

Contract de tip PN II – IDEI

Cod CNCSIS 226/ 2008

Nr. Contract 532/ 2009

Etapa I – 1.05.2009-15.12.2009

Titlul Proiectului: Obtinerea si caracterizarea proprietatilor fizice si structurale ale unor noi materiale vitroase si vitroceramice dopate cu ioni 3d si 4f cu posibile aplicatii in electronica si telecomunicatii

Director proiect: Dr. Petru PASCUTA

Universitatea Tehnica din Cluj-Napoca

Datorita aplicatiilor in diferite domenii ale tehnologiei moderne, sticlele si vitroceramicele continand ioni ai metalelor 3d si 4f ocupa primele locuri in interesele academice fiind utilizate la dispozitive electrochimice, electronice si electro-optice, sisteme de memorare a datelor, fibre optice, magneti permanenti, tehnologia laserelor, etc.

Obiectivul general al proiectului este obtinerea unor noi materiale vitroase si vitroceramice si caracterizarea proprietatilor fizice si structurale ale acestora in vederea identificarii unor proprietati optice, electrice si magnetice care sa le recomande pentru aplicatii in electronica si telecomunicatii.

Obiectivele pentru anul 2009 au fost:

- 1. Studii de documentare privind sistemele vitroase pe baza de oxizi de fosfor, bor, telur, germaniu. Structura, proprietati si aplicatii tehnologice;**
- 2. Obtinerea de noi sisteme oxidice vitroase si vitroceramice cu ioni 3d si 4f;**
- 3. Analiza structurii sistemelor oxidice vitroase din datele obtinute experimental si caracterizarea acesteia printr-un model mecanico-cuantic.**

- 1. Studii de documentare privind sistemele vitroase pe baza de oxizi de fosfor, bor, telur, germaniu. Structura, proprietati si aplicatii tehnologice.**

S-a actualizat documentatia privind sistemele vitroase pe baza de fosfor, bor, telur si germaniu.

S-a efectuat un studiu documentar detaliat privind situatia pe plan international la nivelul domeniului si a tematicii propuse (cu privire la structura, proprietatile fizice precum si aplicatiile tehnologice ale materialelor vitroase si vitroceramice pe baza de fosfor, bor, telur si germaniu) utilizand revistele de specialitate.

Ulterior evaluarii cercetarii in domeniu s-a stabilit strategia de cercetare pentru obtinerea unor noi materiale vitroase si vitroceramice cu proprietati fizice (optice, electrice si magnetice) performante, care sa le recomande pentru aplicatii in electronica si telecomunicatii.

2. Obtinerea de noi sisteme oxidice vitroase si vitroceramice cu ioni 3d si 4f.

Pentru obtinerea de noi materiale vitroase si vitroceramice s-au ales ca formatori de retea vitroasa trioxidul de bor, B_2O_3 si ptaoxidul de fosfor, P_2O_5 . Modificatori de retea vitroasa au fost ZnO , SrO , Bi_2O_3 si V_2O_5 . S-au obtinut urmatoarele matrici vitroase: $(B_2O_3)_{60} \cdot (ZnO)_{40}$, $(P_2O_5)_{40} \cdot (ZnO)_{60}$, $3B_2O_3 \cdot SrO$ si $(B_2O_3 \cdot 2Bi_2O_3)_{95} \cdot (V_2O_5)_5$. Aceste matrici vitroase au fost dopate controlat cu ioni de fier si de mangan (ioni 3d) precum si cu ioni de gadoliniu si de erbiu (ioni 4f). S-au obtinut materialele vitroase si vitroceramice din urmatoarele sisteme:

- i) $(Fe_2O_3)_x \cdot (B_2O_3)_{(60-x)} \cdot (ZnO)_{40}$, $0 \leq x \leq 20\%mol$;
- ii) $(Gd_2O_3)_x \cdot (B_2O_3)_{(60-x)} \cdot (ZnO)_{40}$, $0 \leq x \leq 20\%mol$;
- iii) $(Er_2O_3)_x \cdot (B_2O_3)_{(60-x)} \cdot (ZnO)_{40}$, $0 \leq x \leq 15\%mol$;
- iv) $(Fe_2O_3)_x \cdot (3B_2O_3 \cdot SrO)_{(100-x)}$, $0 \leq x \leq 40\%mol$;
- v) $(Gd_2O_3)_x \cdot (B_2O_3 \cdot 2Bi_2O_3)_{(95-x)} \cdot (V_2O_5)_5$, $0 \leq x \leq 25\%mol$;
- vi) $(Fe_2O_3)_x \cdot (P_2O_5)_{40} \cdot (ZnO)_{(60-x)}$, $0 \leq x \leq 30\%mol$;
- vii) $(MnO)_x \cdot (P_2O_5)_{40} \cdot (ZnO)_{(60-x)}$, $0 \leq x \leq 30\%mol$.

In urma unor testari preliminare, s-au stabilit conditiile optime de preparare a acestor materiale, unde s-au folosit compusi chimici de puritate inalta: P_2O_5 , H_3BO_3 , ZnO , Bi_2O_3 , V_2O_5 , Fe_2O_3 , MnO , Gd_2O_3 si Er_2O_3 . Amestecurile de oxizi in cantitati stoichiometrice au fost omogenizate mecanic si apoi topite in cuptor electric in creuzete de alumina sinterizata. Temperatura de topire si durata de mentinere in cuptor a probelor s-au ales in functie de particularitatile oxizilor de baza (temperatura de topire, proportia acestora, gradul de reactie, etc.). Pentru obtinerea probelor s-a folosit metoda subracirii topiturilor, adica racirea brusca a probelor la temperatura camerei prin turnarea topiturii pe o placa de otel inoxidabil sau de cupru metalic. S-au obtinut materiale in stare vitroasa (structura dezordonata – prezinta doar ordine locala) si in stare vitroceramica (un amestec de faza vitroasa si faza cristalina).

Sticlele zinc borate pot fi utilizate pe scara larga pentru reducerea temperaturii de sinterizare si optimizarea coeficientului de expansiune termica in dispozitive electronice, cum ar fi condensatori multistrat de ceramica, display cu plasma, tub catodic, etc. Deasemenea ofera o gama larga de aplicatii cum ar fi medii laser, sticle optice. Prezenta in aceste sticle a ZnO care poate fi atat formator de retea vitroasa cat si modificador, duce la cresterea stabilitatii chimice si scaderea temperaturii de tranzitie vitroasa.

Sticlele cu continut de oxizi ai metalelor grele ca si Bi_2O_3 au atras considerabil atentia cercetatorilor prin faptul ca ele prezinta proprietati fizice interesante care conduc la multiple aplicatii tehnologice, printre care si in optoelectronica, in special datorita densitatii si indicelui de refractie mare, a energiei fononice mici. Sticlele cu energie fononica mica ar putea creste cuantificarea eficientei luminiscente ionilor pamanturilor rare.

Pentaoxidul de vanadiu este cunoscut ca un formator netraditional de retea vitroasa, iar introducerea lui in sticle duce la cresterea stabilitatii acestora. Aditia de oxizi ai metalelor de tranzitie 3d, precum Fe_2O_3 sau MnO , in sticle le confera acestora proprietati magnetice, electrice, optice deosebite. Sticlele oxidice dopate cu ioni ai pamanturilor rare, cum sunt Gd_2O_3 sau Er_2O_3 , au devenit o clasa importanta de materiale, starnind atentia cercetatorilor datorita potentialelor aplicatii in diverse domenii de activitate: telecomunicatii prin fibre optice, tehnologia laserelor, dispozitive ultrarapide de comutare.

Pe de alta parte, proprietatile magnetice, electrice, dielectrice si optice obtinute in cazul sistemelor formate din nanoparticule, sensibil diferite de cele ale materialului masiv, au impulsionat mult cercetarile in domeniu din ultimii ani. In aceste sisteme, dimensiunea particulelor, fractia volumica si interactiunile magnetostatiche dintre acestea sunt parametri importanti care pot schimba radical proprietatile lor magnetice. Limitarea interactiunilor dintre nanoparticule se poate face prin dispersarea acestora in medii lichide sau solide, cristaline sau amorse. Exista diverse metode folosite in obtinerea nanoparticulelor magnetice dispersate in matricea amorfa. Aceste metode pot fi clasificate in acord cu diferiti factori. In particular, este avantajos sa consideram trei tipuri de nanotehnologii: i) nanoparticulele se formeaza in materialul initial in timpul sintezei; ii) nanoparticulele se formeaza prin aplicarea unor tratamente termice; iii) nanoparticulele sunt sintetizate inainte ca ele sa fie incorporate intr-o matrice. Tehnologia sticlei apartine primelor doua tipuri. Avantajele lor sunt costul relativ mic, posibilitatea de modificare a proprietatilor materialelor, compatibilitatea cu majoritatea materialelor tehnologice si simplitatea adaptarii la fabricarea fibrelor optice si a altor sisteme optice. Comportarea unica a acestor sisteme se datoreaza faptului ca proprietatile caracteristice de material ordonat magnetic se manifesta insasi la un continut foarte mic de oxizi paramagnetici (2% in procente de masa). In cadrul proiectului au fost folosite primele doua metode de obtinere a probelor cu continut de nanoparticule incorporate intr-o matrice vitroasa. In prima parte a proiectului s-a folosit prima metoda (nanoparticulele se formeaza in materialul initial in timpul sintezei). Avantajul acestei metode consta in faptul ca in general se obtine o singura faza cristalina. Ne-am propus sa obtinem nanoparticule de ferita de zinc (ZnFe_2O_4) incorporate intr-o matrice vitroasa in care formatorul de retea vitroasa este B_2O_3 . Feritele de tip spinel, cum este si ferita de zinc, sunt o clasa importanta de materiale care prezinta o gama larga de proprietati electronice: unele sunt supraconductoare cu o temperatura de tranzitie relativ mare, altele prezinta proprietati magnetice care le recomanda pentru dispozitive magnetice de stocare a datelor precum si pentru alte aplicatii tehnologice importante (senzor de gaz). Pe de alta parte, vitroceramicele care contin o ferita de zinc pot fi folosite pentru tratamentul cancerului prin hipertermie. Cand o astfel de vitroceramica magnetica ajunge langa tesutul bolnav si este expusa unui camp magnetic alternativ de frecventa ridicata, caldura degajata de pierderile prin histereză magnetica distrugе tesutul bolnav. Proprietatile magnetice ale feritei de zinc sunt puternic afectate de dimensiunea particulelor. Ferita de zinc sub forma de material masiv (bulk) este

antiferomagnetica cu temperatura Neel de aproximativ 10 K si prezinta o structura cristalina de tip spinelic care contine 8 interstitii tetraedrice (de tip A) si 16 interstitii octaedrice (de tip B). Cuplajul magnetic se realizeaza prin interactiuni de superschimb intre ionii Fe^{3+} . Cuplajele A-A si B-B sunt slabe comparativ cu cuplajul A-B. In cazul spinelilor cu structura normala, toti cationii Zn^{2+} ocupa interstitii tetraedrice A, iar toti cationii Fe^{3+} ocupa interstitii octaedrice B. In spineli cu structura inversata, toti cationii Zn^{2+} ocupa interstitii octaedrice B, in timp ce jumata din interstitii Fe^{3+} ocupa interstitii tetraedrice B, iar cealalta jumata interstitii tetraedrice A. Intre aceste doua tipuri de structuri exista o serie continua de spineli cu structura intermediara, caracterizata de gradul de inversie care depinde de conditiile de preparare. Ferita de zinc obtinuta sub forma de nanoparticule poate prezenta diferite grade de inversie care conduc la proprietati magnetice diferite. Astfel, aceste materiale pot prezenta o comportare de tip feromagnetic sau ferimagnetic. Prin dispersarea acestor nanoparticule intr-o matrice vitroasa se pot limita interactiunile dintre ele, ceea ce poate avea o influenta puternica asupra proprietatilor magnetice ale acestor materiale.

3. Analiza structurii sistemelor oxidice vitroase din datele obtinute experimental si caracterizarea acestora printr-un model mecanico-cuantic.

a) Pentru investigarea si caracterizarea structurii materialelor obtinute s-au efectuat masuratori prin difractie de raze X (XRD), absorbtie in infrarosu (IR) si rezonanta paramagnetica electronica (RPE). In continuare vom prezenta principalele rezultate obtinute.

I. Sistemul $(Fe_2O_3)_x \cdot (B_2O_3)_{(60-x)} \cdot (ZnO)_{40}$

Masuratorile XRD au aratat faptul ca probele cu continut de 0, 3 si 5 %mol Fe_2O_3 au fost obtinute in stare vitroasa (sticla). In cazul probei cu $x = 10$ %mol s-a detectat o cantitate mica de faza cristalina, care creste odata cu cresterea continutului de Fe_2O_3 . Pentru proba cu $x = 20$ %mol, faza cristalina devine majoritara. Aceste probe contin o singura faza cristalina, ferita de zinc ($ZnFe_2O_4$), incorporata intr-o matrice amorfa. Aceasta cristalizeaza in sistemul cubic cu fete centrate avand grupul spatial Fd-3m. Procentul de faza cristalina din probe creste de la 16% pentru proba cu $x = 12,5$ %mol la 74% pentru proba cu $x = 20$ %mol. Constantele de retea cresc odata cu cresterea continutului de Fe_2O_3 . Dimensiunile medii ale cristalitelor calculate cu relatia lui Sherer cresc odata cu cresterea continutului de oxid de fier (III).

Pentru a obtine informatii despre modul in care unitatile structurale prezente in probele din sistemul $(Fe_2O_3)_x \cdot (B_2O_3)_{(60-x)} \cdot (ZnO)_{40}$ se modifica pe de o parte cu aditia ZnO , iar pe de alta parte cu cresterea continutului ionilor de fier, aceste probe au fost investigate prin spectroscopie IR. A fost necesara de asemenea o deconvolutie a spectrelor in vederea obtinerii unor informatii cantitative referitoare la grupurile structurale prezente in probele investigate. Deconvolutia s-a efectuat cu ajutorul programului Spectra Manager, folosind o functie de tip Gaussian. Fiecare banda individuala are parametrii ei caracteristici, precum centrul benzii (C) care ne da informatii despre tipul de vibratie

a unui grup structural specific si aria ei relativa (A) care este proportionala cu concentratia acestui grup structural. Analiza IR a aratat ca aditia de ZnO va schimba structura sticlei pure B_2O_3 , care consta dintr-o retea bidimensională formata din inele boroxol si triunghiuri BO_3 , prin formarea unor grupuri structurale care contin unitati BO_4 . S-a constatat ca in reteaua vitroasa a probelor studiate sunt prezente diferite grupari borate (di-, tri-, tetra-, penta-, piro- si orto- borate) formate din unitatile structurale BO_3 si BO_4 . Pentru a cuantifica efectul ionilor de fier asupra schimbarei coordinarii borului de la trei la patru, s-a calculat fractia atomilor de bor tetracoordinati, N_4 , cu ajutorul relatiei: $N_4 = A_4 / (A_4 + A_3)$, unde A_4 si A_3 sunt proportionale cu numarul unitatilor BO_4 (ariile benzilor de absorbtie din domeniul $800-1150\text{ cm}^{-1}$) si respectiv unitatilor BO_3 (ariile benzilor de absorbtie din domeniul $1150-1500\text{ cm}^{-1}$). S-a constatat ca introducerea Fe_2O_3 duce la cresterea fractiei N_4 pana la 3 %mol Fe_2O_3 , in intervalul $3 < x < 10\text{ %mol}$ fractia N_4 descreste, iar pentru probele obtinute sub forma de vitroceramica ($x \geq 10\text{ %mol}$) acesta fractie creste din nou. Cresterea numarului unitatilor BO_4 se datoreaza schimbarei coordinarii borului de la 3 la 4. Conversia $BO_3 \rightarrow BO_4$ va creste stabilitatea probelor studiate. Pentru probele cu continut de Fe_2O_3 intre $3 < x < 10\text{ %mol}$ se realizeaza conversia unitatilor BO_4 in unitati BO_3 ce contin atomi de oxigen nepunctati, conducand la reducerea stabilitatii probelor studiate. Numarul atomilor de bor tricoordinati este mai mare comparativ cu numarul atomilor de bor tetracoordinati in tot domeniul de concentratii de Fe_2O_3 studiat. In cazul probelor obtinute sub forma de vitroceramica se observa aparitia unor benzi noi datorate vibratiei legaturii ($Fe^{3+}-O^{2-}$) in locatia B a octaedrului si respectiv vibratiei legaturii ($Zn^{2+}-O^{2-}$) in locatia A a tetraedrului. Intensitatea acestor benzi creste odata cu cresterea continutului de ioni de fier si confirma prezența $ZnFe_2O_4$ (ferita de zinc) in probele studiate.

Probele obtinute sub forma de vitroceramica au fost investigate prin RPE la temperatura camerei. Proba ce contine 12,5 %mol Fe_2O_3 prezinta linii de rezonanta centrate la $g = 9,7$ si $g = 2$. Pentru probele cu continut mai mare de Fe_2O_3 se constata prezenta unei singure linii de rezonanta, centrată la $g = 2$. Rezonanta de la $g = 9,7$ corespunde ionilor Fe^{3+} izolati, situati in vecinatati octaedrice distorsionate rombic si supusi efectelor campului cristalin intens. Linia de rezonanta de la $g = 2$ poate fi atribuita ionilor Fe^{3+} izolati si/sau celor care interactioneaza prin un cuplaj magnetic, dipolar sau de superschimb, ultimii formand clusteri magnetici. Intensitatea liniei de rezonanta de la $g = 2$ creste in tot domeniul de concentratii de Fe_2O_3 investigat si este proportionala cu numarul de ioni Fe^{3+} care sunt implicați in absorbtia RPE. Acest numar creste in tot domeniul de concentratii de Fe_2O_3 investigat. Dependenta neliniara a intensitatii (J) liniei de rezonanta de la $g = 2$ si a largimii (ΔH) a acestei linii de rezonanta in functie de continutul ionilor de fier poate fi explicata considerand ca in matricea vitroasa se formeaza atat ioni Fe^{3+} cat si ioni Fe^{2+} , ionii Fe^{2+} nefiind implicați in absorbtia RPE la temperatura camerei decat prin influenta indirecta asupra ionilor Fe^{3+} . Dependenta $\Delta H = f(x)$ reflecta competitia intre mecanisme de largire (interactiuni dipol-dipol, dezordinea structurala, interactiuni intre ioni de fier cu stari de valenta diferite) si cele de ingustare (interactiunile de

superschimb). Urmărind dependența $\Delta H = f(x)$ pentru linia de rezonanță de la $g = 2$, se poate observa o scadere pentru $x > 17,5 \text{ \%mol}$. Aceasta sugerează că pentru $x > 17,5 \text{ \%mol}$ interacțiunile de superschimb între ionii de fier devin predominante.

II. Sistemul $(\text{Gd}_2\text{O}_3)_x \cdot (\text{B}_2\text{O}_3)_{(60-x)} \cdot (\text{ZnO})_{40}$

Din măsurările XRD s-a constat că probele cu $x \leq 15 \text{ \%mol}$ au fost obținute sub forma vitroasă, iar proba ce conține 20 %mol Gd_2O_3 a fost obținută sub forma de vitroceramica, și conține o singură fază cristalină, GdB_{2}O_3 , incorporată într-o matrice amorfă. GdB_{2}O_3 cristalizează în sistemul hexagonal. Dimensiunile medii ale cristalitelor calculate cu relația lui Sherer pentru această fază cristalină sunt de 64 nm, iar procentul de fază cristalină este 71%.

O altă metodă de investigare a probelor din sistemul $(\text{Gd}_2\text{O}_3)_x \cdot (\text{B}_2\text{O}_3)_{(60-x)} \cdot (\text{ZnO})_{40}$ a fost spectroscopia IR în vederea obținerii de informații referitoare la influența ionilor de gadoliniu asupra structurii locale a probelor studiate. Introducerea Gd_2O_3 în matricea $(\text{B}_2\text{O}_3)_{60} \cdot (\text{ZnO})_{40}$ duce la creșterea fracției N_4 până la 5 %mol Gd_2O_3 , pentru $5 < x < 15 \text{ \%mol}$ N_4 scade, iar pentru $x > 15 \text{ \%mol}$ N_4 crește din nou. În cazul probelor din acest sistem numărul atomilor de bor tetracoordinați este mai mic comparativ cu numărul atomilor de bor tricoordinați. Cu creșterea concentrației de Gd_2O_3 apar modificări structurale în sticlele studiate, ceea ce înseamnă că ionul de gadoliniu joacă rolul de modifier de rețea în sticlele studiate.

Pentru continut redus de Gd_2O_3 ($x < 3 \text{ \%mol}$), spectrele RPE prezintă linii de rezonanță centrate la $g = 6$; $g = 4,8$; $g = 2,8$ și $g = 2$, valori tipice pentru ionii de Gd^{3+} uniform distribuiți în matrici oxidice vitroase. Cele trei semnale RPE centrate la $g = 6$, $g = 2,8$ și $g = 2$ – caracteristice spectrului în forma de „U” – sunt datorate ionilor Gd^{3+} situati în vecinătăți de diferite simetrie (tetraedrice, octaedrice și cubice cu distorsiuni moderate) supuse campului cristalin slab și având un număr de coordonare mai mare decât sase. Linia de rezonanță de la $g = 4,8$ indică faptul că o parte din ionii de Gd^{3+} sunt de asemenea localizati în vecinătăți de simetrie ortorombică supuse campului cristalin intens și având un număr de coordonare mai mic decât sase. Această vecinătate este neobișnuită pentru ionii Gd^{3+} , cunoșcându-se tendința generală a ionilor de pamant rar de a avea numere de coordonare mari. Cresterea continutului ionilor de gadoliniu în sticlele zinc borate duce la largirea liniilor de rezonanță caracteristice ambelor vecinătăți ale ionilor Gd^{3+} . Această largire este datorată interacțiunilor dipolare între ionii de Gd^{3+} sau/ și creșterii dezordinii în sistem odată cu creșterea continutului de Gd_2O_3 . Pentru continut mai mare de Gd_2O_3 ($x \geq 3 \text{ \%mol}$) spectrele RPE devin mai puțin rezolvate și sunt dominate de o singură linie de rezonanță largă centrată la $g = 2$ și asociată ionilor de Gd^{3+} predominant clusterizați.

III. Sistemul $(\text{Er}_2\text{O}_3)_x \cdot (\text{B}_2\text{O}_3)_{(60-x)} \cdot (\text{ZnO})_{40}$

Datele XRD au aratat faptul ca probele cu $x \leq 10$ % mol au fost obtinute sub forma vitroasa, iar proba ce contine 15 % mol Er_2O_3 a fost obtinuta sub forma de vitroceramica. Pentru $x = 15$ % mol a fost identificata faza cristalina ErBO_3 care cristalizeaza in sistemul hexagonal. Dimensiunea medie a cristalitelor calculate cu relatia lui Sherer este 40 nm, iar procentul de faza cristalina este de 69%.

Spectroscopia IR a fost folosita sa obtinem informatii esentiale privind aranjamentul unitatilor structurale si ale probelor din sistemul $(\text{Er}_2\text{O}_3)_x \cdot (\text{B}_2\text{O}_3)_{(60-x)} \cdot (\text{ZnO})_{40}$, cu $0 \leq x \leq 15$ % mol. S-a constatat ca N_4 creste odata cu cresterea continutului de Er_2O_3 in tot domeniul de concentratii de Er_2O_3 studiat. Cresterea concentratiei ionilor de erbiu in jurul cationilor de B^{3+} favorizeaza formarea unitatilor BO_4 . Pentru probele obtinute sub forma vitroasa numarul atomilor de bor tricoordinati este mai mare decat numarul atomilor de bor tetracoordinati, iar pentru proba obtinuta sub forma de vitroceramica devine predominant numarul atomilor de bor tetracoordinat. Din analiza spectrelor IR rezulta ca aditia ionilor de erbiu genereaza cateva rearanjamente structurale la distanta mica, ceea ce sugereaza ca Er_2O_3 joaca rolul unui modifier de retea vitroasa in sticlele studiate.

IV. Sistemul $(\text{Fe}_2\text{O}_3)_x \cdot (3\text{B}_2\text{O}_3 \cdot \text{SrO})_{(100-x)}$

Masuratorile XRD au aratat faptul ca in cazul acestui sistem s-au obtinut probe vitroase in domeniul de concentratii $0 \leq x \leq 40$ % mol. Peste aceasta concentratie s-a constatat aparitia unor maxime care indica faptul ca faza cristalina si cea vitroasa coexista (vitroceramica). Compusul identificat in proba cu $x = 50$ % mol este Fe_2O_3 .

Sticlele din sistemul $(\text{Fe}_2\text{O}_3)_x \cdot (3\text{B}_2\text{O}_3 \cdot \text{SrO})_{(100-x)}$, cu x cuprins intre 0 si 40 % mol Fe_2O_3 , au fost investigate prin spectroscopie IR pentru a explora rolul jucat de Fe_2O_3 in structura locala a sticlelor investigate. S-a constatat ca in reteaua vitroasa sunt prezente diferite grupuri borate (di-, tri-, tetra-, penta-, piro- si orto- borate) formate din unitatile structurale BO_3 si BO_4 . In cazul sticlelor din acest sistem s-a constatat ca numarul unitatilor BO_4 scade odata cu cresterea continutului de Fe_2O_3 in tot domeniul de concentratii investigat. Acest fapt se datoreaza conversiei $\text{BO}_4 \rightarrow \text{BO}_3$ odata cu cresterea continutului de ioni de fier in sticle studiate. Cresterea continutului de Fe_2O_3 duce la reducerea stabilitatii sticlelor studiate. De asemenea, se remarcă faptul ca in tot domeniul de concentratii de Fe_2O_3 studiat, numarul atomilor de bor tricoordinati este mai mare decat numarul atomilor de bor tetracoordinati. Cu cresterea concentratiei de Fe_2O_3 apar modificari structurale, ceea ce inseamna ca ionul de fier joaca rolul de modifier de retea in sticlele studiate.

Sticlele din acest sistem au fost investigate si prin RPE. Spectrele RPE consta din liniile de rezonanta centrate la $g = 4,3$ si $g = 2$, valori tipice ionilor Fe^{3+} situati in sticle oxidice. Rezonanta de la $g = 4,3$ corespunde ionilor Fe^{3+} izolati, situati in vecinatati octaedrice distorsionate rombice sau tetragonale si supusi efectelor campului cristalin intens. Se observa ca intensitatea liniei de la $g = 4,3$

creste in domeniul $0,5 \leq x \leq 10$ %mol, pentru ca apoi sa scada brusc. Descresterea intensitatii liniei de la $g = 4,3$ odata cu cresterea concentratiei de Fe_2O_3 este datorata distrugerii configuratiei structurale din vecinatatea ionilor de fier care le asigura izolarea magnetica. Cresterea graduala a numarului ionilor paramagnetici distrugе ordinea locala din vecinatatea acestora, deci aceste vecinatati caracteristice ionilor izolati devin mai putin reprezentate in matricea vitroasa. Capacitatea restransa a matricii de a accepta ionii Fe^{3+} in unitati structurale cu o configuratie si simetrie bine definita este tipica sticlelor borate, datorita particularitatilor structurale ale acestora. Sperlich a aratat ca microvecinatatea ionilor Fe^{3+} este sub forma unui tetraedru distorsionat, fiind o simetrie suficient de joasa pentru a justifica absorbtia de la $g = 4,3$. Largimea liniei de rezonanta corespunzatoare rezonantei de la $g = 4,3$ creste odata cu cresterea concentratiei pana la $x = 20$ %mol, iar la concentratii mai mari de Fe_2O_3 scade. Pe de alta parte, se observa ca intensitatea acestei linii descreste pentru $x > 10$ %mol. Aceasta descrestere reflecta micsorarea numarului de ioni de fier izolati, dar si o crestere asociata cu cresterea dezordinii in structura sticlelor. Intensitatea liniei de rezonanta de la $g = 2$, creste odata cu cresterea concentratiei de Fe_2O_3 in tot domeniul investigat. Evolutia largimii liniei de rezonanta pentru $g = 2$ poate fi explicata luand in considerare formarea de clusteri ai ionilor de fier. Urmărind dependenta $\Delta H = f(x)$ pentru linia de rezonanta de la $g = 2$, se poate observa o deviere de la liniaritate pentru $x > 20$ %mol. Aceasta sugereaza ca pentru $x > 20$ %mol apar interactiuni de superschimb intre ioni de fier care duc la ingustarea acestei linii de rezonanta.

V. Sistemul $(\text{Gd}_2\text{O}_3)_x \cdot (\text{B}_2\text{O}_3 \cdot 2\text{Bi}_2\text{O}_3)_{(95-x)} \cdot (\text{V}_2\text{O}_5)_5$

Masuratorile XRD au aratat faptul ca in cazul acestui sistem s-au obtinut probe vitroase in domeniul de concentratii $0 \leq x \leq 25$ %mol.

S-au investigat prin spectroscopie IR probele obtinute din sistemul $(\text{Gd}_2\text{O}_3)_x \cdot (\text{B}_2\text{O}_3 \cdot 2\text{Bi}_2\text{O}_3)_{(95-x)} \cdot (\text{V}_2\text{O}_5)_5$ in vederea obtinerii de informatii despre influenta modificatorului de retea vitroasa Gd_2O_3 asupra unitatilor structurale din aceste sticle. Prezenta ionilor de vanadiu si de gadoliniu in jurul cationilor de Bi^{3+} favorizeaza formarea unitatilor BiO_6 . Introducerea Gd_2O_3 in matricea $(\text{B}_2\text{O}_3 \cdot 2\text{Bi}_2\text{O}_3)_{95} \cdot (\text{V}_2\text{O}_5)_5$ duce la scaderea accentuata a numarului atomilor de bor tetracoordinati. Aspectul general al spectrelor IR reflecta un grad de dezordine structurala mai pronuntata la continut ridicat de Gd_2O_3 pentru sticlele din acest sistem, iar structura acestora fiind formata din unitatile structurale BiO_3 , BiO_6 , BO_3 , BO_4 si probabil tetraedrele VO_4 izolate. Prezenta ionilor de vanadiu si de gadoliniu in jurul cationilor de Bi^{3+} si B^{3+} favorizeaza formarea unitatilor BiO_6 si BO_3 in aceste sticle.

S-a remarcat faptul ca in spectrele RPE nu apar absorbtii de rezonanta caracteristice ionilor V^{4+} . Probabil in aceste sticle nu se formeaza ioni de vanadiu cu valenta (4+), ci doar ioni de vanadiu cu valenta (5+), care nu prezinta absorbtie de rezonanta paramagnetica electronica. Din studiul prin RPE rezulta o distributie a ionilor Gd^{3+} in doua tipuri de locatii diferite in matricea gazda.

Prima locatie este caracterizata printr-un camp cristalin slab si numar de coordinare mare si este asociata cu rolul de modifier de retea vitroasa a ionilor Gd^{3+} . A doua locatie, caracterizata printr-un camp cristalin puternic si numar de coordinare mic, este asociata cu rolul de formator de retea vitroasa si este neobisnuita pentru ionii Gd^{3+} din sticle. Cresterea continutului ionilor Gd^{3+} in sticlele studiate duce la largirea liniilor de rezonanta caracteristice ambelor locatii ale ionilor Gd^{3+} si este datorata interactiunilor dipolare intre ionii Gd^{3+} sau/ si cresterii dezordinii in sistem odata cu cresterea continutului de Gd_2O_3 . Pentru continut mai mare de Gd_2O_3 ($x > 10\% \text{ mol}$) spectrele RPE devin mai putin rezolvate si sunt dominate de o singura linie de rezonanata larga centrata la $g = 2$ si asociata ionilor Gd^{3+} predominant clusterizati.

VI. Sistemul $(Fe_2O_3)_x \cdot (P_2O_5)_{40} \cdot (ZnO)_{(60-x)}$

Probele preparate sunt amorfice cu exceptia probei cu 30 %mol Fe_2O_3 care este formata dintr-o faza cristalina si una amorfa (vitroceramica). Faza cristalina a fost identificata ca fiind $FePO_4$ care cristalizeaza in sistemul hexagonal si are grupul spatial $P3_121$. S-a observat ca faza cristalina pentru aceasta proba reprezinta 22.5% iar dimensiunile medii ale cristalitelor calculate cu relatia lui Sherer sunt de 73 nm.

In scopul obtinerii de informatii structurale despre efectul introducerii Fe_2O_3 in matricea vitroasa $(P_2O_5)_{40} \cdot (ZnO)_{60}$ am considerat regiunea de infrarosu mijlocie ($400-1450 \text{ cm}^{-1}$) unde modurile de vibratie ale sticlelor fosfate sunt active. Reteaua sticlelor fosfate este formata din tetraedre PO_4 conectate intre ele prin legaturi P-O-P formand o structura de tip polimeric. Structura sticlelor fosfatice poate fi descrisa folosind terminologia Q^n , unde n reprezinta numarul atomilor de oxigen punctati din tetraedrele PO_4 . Structura oxidului vitros pur P_2O_5 este de tip Q^3 , are trei oxigeni punctati, iar cel de al patrulea atom de oxigen formeaza o legatura dubla cu atomul central de fosfor. Pe masura ce se adauga oxid modifier la P_2O_5 , structura sticlei fosfatice trece de la sticlele de tip ultrafosfate, Q^3 , la metafosfate, Q^2 , la pirofosfate, Q^1 , la ortofosfate Q^0 . Datele IR obtinute au aratat ca reteaua fosfata a matricii vitroase contine un numar important de grupari de tipul Q^0 , Q^1 si Q^2 . Prin analogie cu structura vitroasa a P_2O_5 pur care este in principal construit din grupari Q^3 , putem trage concluzia ca aditia ZnO la P_2O_5 are ca principal rezultat conversia oxigenilor punctati in oxigeni nepunctati. Introducerea Fe_2O_3 in matricea vitroasa $(P_2O_5)_{40} \cdot (ZnO)_{60}$ produce cateva schimbari in spectrul IR al acestor probe. Pentru probele obtinute sub forma de sticla ($0 \leq x \leq 20\% \text{ mol}$) se observa ca odata cu cresterea continutului de ioni de fier structura devine din ce in ce mai dezordonata (benzile de absorbtie devin mai largi). Pentru probele cu 20 %mol Fe_2O_3 se observa aparitia unei benzi noi care poate fi atribuita vibratiei simetrice de intindere a legaturii Fe-O in unitatile FeO_4 . Cresterea continutului de Fe_2O_3 duce la inlocuirea legaturilor P-O-P cu legaturi de tipul P-O-Fe, mult mai durabile din punct de vedere chimic. Numarul relativ de specii Q^0 si Q^1 creste odata cu cresterea continutului de Fe_2O_3 in tot domeniul de concentratii investigat, in timp ce numarul relativ de specii

Q^2 creste doar pana la $x = 10\text{ \%mol}$, dupa care descreste. Acest fapt indica o crestere a numarului de oxigeni nepuntati datorita depolimerizarii structurii sticlelor investigate. Pentru proba obtinuta sub forma de vitroceramica ($x = 30\text{ \%mol}$) s-a constatat aparitia unei benzi noi, care poate fi datorata vibratiilor specifice P-O-Fe.

Introducerea ionilor de Fe^{3+} in matricea vitroasa $(\text{P}_2\text{O}_5)_{40}\cdot(\text{ZnO})_{60}$ ofera posibilitatea investigarii ordinii locale prin RPE. Pentru probele obtinute in stare amorfa aceste spectre prezinta linii de rezonanta centrate la $g = 9,7$, $g = 4,3$ si $g = 2$, valori tipice ionilor Fe^{3+} situati in sticle oxidice. Pentru proba obtinuta sub forma de vitroceramica se constata prezenta unei unice linii de rezonanta, centrată la $g = 2$. Existenta simultana a absorbtiorilor de rezonanta de la $g = 4,3$ si $g = 9,7$ pune in evidenta caracterul octaedric cu distorsiune rombica al unitatilor structurale implicand ionii paramagneticici Fe^{3+} . Descresterea intensitatii liniei de la $g = 4,3$ odata cu cresterea concentratiei de Fe_2O_3 este datorata distrugerii configuratiei structurale din vecinatatea ionilor de fier care le asigura izolarea magnetica. Se observa o crestere neliniara a intensitatii liniei de rezonanta de la $g = 2$ odata cu cresterea continutului ionilor de fier. Aceasta comportare poate fi explicata considerand ca in matricea vitroasa se formeaza atat ioni Fe^{3+} cat si ioni Fe^{2+} , ionii Fe^{2+} nefiind implicați in absorbtia RPE la temperatura camerei decat prin influenta indirecta asupra ionilor Fe^{3+} . Urmărind dependenta $\Delta H = f(x)$ pentru linia de rezonanta de la $g = 2$, se poate observa o deviere de la liniaritate pentru $x > 10\text{ \%mol}$. Aceasta sugereaza ca pentru $x > 10\text{ \%mol}$ apar interactiuni de superschimb intre ioni de fier care duc la ingustarea acestei linii de rezonanta. Pentru sticlele obtinute sub forma de vitroceramica, aceste interactiuni de superschimb devin predominante.

VII. Sistemul $(\text{MnO})_x \cdot (\text{P}_2\text{O}_5)_{40} \cdot (\text{ZnO})_{(60-x)}$

Difractogramele de raze X au aratat ca pentru probele ce contin 0, 1, 5, 10, 20 %mol MnO avem doar faza amorfa, in timp ce pentru proba ce contine 30 %mol MnO avem atat faza amorfa cat si faza cristalina. Faza cristalina care a fost identificata este $\text{Mn}_2\text{P}_2\text{O}_7$ care cristalizeaza in sistemul monoclinic avand grupul spatial C2/m. Dimensiunile medii ale cristalitelor au fost determinate cu relatia lui Sherer ca fiind de 56 nm, iar procentul de faza cristalina este de 74%.

Spectrele IR arata ca pentru probele obtinute in stare vitroasa ($0 \leq x \leq 20\text{ \%mol}$) cresterea continutului de ioni de mangan duce la dezordonarea structurii. Descresterea numarului relativ de specii Q^2 si cresterea numarului relativ de specii Q^1 si Q^0 odata cu marirea concentratiei de metal tranzitional se datoreaza cresterii numarului de oxigeni nepuntati in sticlele investigate. La concentratii mari de MnO are loc o depolimerizare a structurii fosfatice probabil datorita ruperii legaturilor P=O si aparitia legaturilor mult mai stabile chimic P-O-Mn. Pentru probele obtinute sub forma de vitroceramica ($x = 30\text{ \%mol}$) se observa aparitia unei benzi noi care poate fi atribuita vibratiilor specifice Mn-O. Se observa ca structura vitroceramicei este formata predominant din unitati ortofosfate de tip Q^0 si unitati pirofosfate Q^1 si dintr-o cantitate mica de unitati metafosfate Q^2 .

Probele din acest sistem au fost investigate si prin RPE pe un domeniu larg de concentratii $1 \leq x \leq 30$ %mol. Absorbtiiile de rezonanta sunt datorate ionilor Mn^{2+} ($3d^5; ^6S_{5/2}$) care sunt prezenti in probe sub forma de ioni paramagnetic. In aceste spectre de rezonanta RPE se constata prezenta unui singure linii de rezonanta, centrata la $g = 2$. In general linia de rezonanta de la $g = 2$ poate fi atribuita centrilor paramagnetic isolati situati in vecinatati de simetrie octaedrica cu slaba distorsie tetragonală, sau perechilor de ioni cuplati magnetic. Modificarea formei liniei de absorbtie centrata la $g = 2$ odata cu cresterea concentratiei ionilor de mangan indica o evolutie a structurii vitroase de la unitati structurale mai simetrice in care se dispun ionii Mn^{2+} la aparitia unei structuri care permite formarea clusterilor magnetici de ioni Mn^{2+} . In proba cu continut redus de MnO ($x = 1$ %mol) linia de rezonanta de la $g = 2$ prezinta structura hiperfina (shf) rezolvata, caracteristica izotopului ^{55}Mn ($I = 5/2$). Shf se suprapune peste o linie de absorbtie larga ($\Delta H = 554$ G) caracteristica ionilor cuplati. Existenta liniei largi care se suprapune peste cea de sfh este cauzata de mai multi factori si anume: interactiunile dipol-dipol dintre ionii Mn^{2+} , orientarea aleatoare a unitatilor structurale ce contin ionii Mn^{2+} si distributia aleatoare a ionilor Mn^{2+} in unitatile structurale octaedrice distorsionate. Cresterea neliniara a $J_{(g = 2)}$ si $\Delta H_{(g = 2)}$ in functie de continutul ionilor de mangan poate fi explicata considerand ca in matricea vitroasa se formeaza atat ioni Mn^{2+} cat si ioni Mn^{3+} , ionii Mn^{3+} nefiind implicați in absorbtia RPE la temperatura camerei decat prin influenta indirecta asupra ionilor Mn^{2+} . Urmarind dependenta $\Delta H = f(x)$ pentru linia de rezonanta de la $g = 2$, se poate observa o deviere de la liniaritate pentru $x > 10$ %mol. Aceasta sugereaza ca pentru $x > 10$ %mol apar interactiuni de superschimb intre ioni de mangan care duc la ingustarea acestei linii de rezonanta.

b) Pentru caracterizarea structurii sistemelor oxidice vitroase printr-un model mecanico-cuantic au fost efectuate o serie de testari preliminare pe structura sistemelor oxidice vitroase studiate. Metoda de optimizare utilizata a fost DFT si anume B3PW91/CEP-4G/ECP folosind pachetul de programe Gaussian'03.

S-a constatat o buna concordanta intre valorile teoretice si experimentale ale lungimii legaturilor B-O si Zn-O din unitatile structurale caracteristice. Din modelul propus pentru sticlele zinc borate se pot preciza urmatoarele:

i) geometriile trigonale si tetraedrale ale atomilor de bor sunt usor deformate, motiv ce explica faptul ca distantele legaturilor B-O din unitatile structurale BO_3 si BO_4 sunt ceva mai lungi decat legatura tipica B-O covalenta;

ii) distantele legaturilor Zn-O sufera o usoara alungire. Aceasta ar putea fi datorata afinitatii pronuntate a ionilor de zinc fata de ionii de oxigen. Datorita campului electrostatic puternic al ionilor de zinc si caracterului sau ionic se produce atragerea atomilor de oxigen din molecula, rezultand destabilizarea unitatilor structurale BO_3 si BO_4 . Datorita faptului ca zincul prefera stari de coordinare +4 si +6, este posibil ca atomii de oxigen cu cele doua perechi de electroni neparticipante sa fie implicați in legaturi covalent coordinative cu ionii de zinc, adica sa joace rol de donori de electroni.

Prin urmare, lipsa atomilor de oxigen din retea produce legarea atomilor de oxigen prin mai mult de doua legaturi cu borul si zincul.

Distributia starilor electronice ale orbitalilor homo, homo(-1), lumo si lumo(+1) a fost prezentata de asemenea, observandu-se ca:

- i) distributia orbitalilor homo si homo(-1) confera caracter donor de electroni pentru unitatile structurale BO_4 si BO_3 ale retelei zinc borate;
- ii) distributia orbitalilor lumo si lumo(+1) da caracter acceptor de electroni pentru reteaua zincata.

Prin urmare exista un transfer de sarcina intre caracterul acceptor al retelei zincate si unitatile structurale BO_3 si BO_4 donoare de electroni.