

In acord cu propunerea de proiect si planul de realizare, in **etapa II/2013** a proiectului au fost atinse urmatoarele obiective:

O1/ Identificarea parametrilor care afecteaza proprietatile fizico-chimice ale nanoparticulelor bimetalice ne-nobile (Cu, Ni) depuse pe suport de SBA-15.

A1.1. Prepararea materialelor CuNi/SBA-15 prin metoda MDI.

A1.2. Prepararea materialelor CuNi/SBA-15 cu mai multe rapoarte Cu:Ni.

Pe baza investigatiilor efectuate in etapa I/2012 asupra texturii suportului mezoporous de tip SBA-15 (s-au preparat suporturi la diferite temperaturi ale tratamentului hidrotermal pentru a controla raportul dintre micropori si mezopori primari), in aceasta etapa s-a preparat un suport SBA-15 cu proprietati texturale optime din punct de vedere al diametrului si volumului porilor. Suportul proaspăt preparat a fost calcinat si stocat in conditii de umiditate controlata pana la prepararea materialelor catalitice prin metoda MDI.¹ S-a acordat o atente speciala urmatoarelor influente : (i) efectul gradului de incarcare cu metal (1, 2, 5, 10 % masice, cu un raport masic Cu:Ni = 1:1 intre cupru si nichel) (*activitatea A1.1*) si (ii) efectul raportului masic M₁:M₂ (M₁= cupru, M₂ = nichel ; M₁:M₂ = 10:0, 8:2, 5:5, 2:8 si 0:10) la un grad de incarcare cu metal constant de 5 % (*activitatea A1.2*) asupra proprietatilor fizico-chimice si catalitice ale sistemului bimetalic CuNi/SBA-15. In vederea prepararii acestor materiale, s-au folosit azotati de cupru si nichel in calitate de precursori metalici. Probele astfel obtinute au fost uscate la 25 °C, 48 h si apoi calcinate la 500 °C (rampa de 1.5 °C/min, 6 h la temperatura finala).

O2/ Prepararea catalizatorilor CuNi/SBA-15 prin metode chimice.

A2.1. Prepararea materialelor CuNi/SBA-15 prin metoda coprecipitatii.

A2.2. Prepararea materialelor CuNi/SBA-15 prin metoda de punere prin precipitare.

Studiile efectuate asupra influentei raportului masic Cu:Ni au reliefat faptul ca introducerea progresiva a cuprului alaturi de nichel modifica modul de adsorbție al cationilor aldehidului modificand chemoselectivitatea reacției de hidrogenare. Astfel, cea mai mare selectivitate la alcool (1 nestură) s-a observat la un raport masic Cu:Ni = 4:1.² Pentru a investiga influenta metodei de preparare cu scopul modificarii controlate a chemoselectivitatii, s-au preparat catalizatori Cu₄Ni₁/SBA-15 prin metode de depunere prin precipitare, metode care conduc la o interacțiune mai puternica dintre suport si centrele active. In acest scop, s-a preparat catalizatori prin (i) co-precipitare (CP), la pH ~ 7, utilizand *carbonatul de sodiu* ca agent de precipitare – (*activitatea A2.1.*) si (ii) depunere prin precipitare (DP) utilizand *ureea* ca agent de precipitare. In ambele situații, precipitarea cationilor s-a facut din precursori de tip azotat. Probele astfel obtinute au fost uscate la 60 °C si apoi calcinate la 500 °C (rampa de 1.5 °C·min⁻¹, 6 h la temperatura finala).

O3/ Caraterizarea avansata a materialelor CuNi/SBA-15.

A3.1. Caracterizarea materialelor CuNi/SBA-15 in raport cu proprietatile structurale si texturale.

A3.2. Caracterizarea compozitiei chimice in masa si la suprafata a materialelor CuNi/SBA-15.

A3.3. Caracterizarea reductibilitati, a termostabilitatii si a naturii centrelor active ale materialelor CuNi/SBA-15.

Dupa calcinare, materialele CuNi/SBA-15 obtinute prin MDI, CP si DP au fost sistematic analizate prin diverse tehnici precum ICP-OES, DRX (unguiuri mari si mici), fizisorbitia azotului, HRTEM/EDX, TPR, XPS. Formele metalice au fost investigate prin DRX *in-situ* dupa reducere in regim termoprogramat, XPS *in-situ* si chemosorbitia hidrogenului.

Selectie a celor mai semnificative rezultate

(i) Un prim studiu a avut ca obiectiv influenta gradului de incarcare cu metal (1, 2, 5, 10 % masice, cu un raport masic de 1:1 intre cupru si nichel).

Tabel 1. Proprietatile structurale si texturale ale suportului SBA-15 si ale materialelor CuNi/SBA-15 calcinate

Proba	DRX unghiuri mici		Fizisorbitia N₂		DRX unghiuri mari	
	<i>d</i> ₁₀₀ ^a (nm)	<i>a</i> ₀ ^b (nm)	<i>S</i> _{BET} ^c (m ² ·g ⁻¹)	<i>V</i> _p ^d (cm ³ ·g ⁻¹)	<i>D</i> _p ^e (nm)	<i>D</i> _{CuO} ^f (nm)
SBA-15	9.71	11.22	713	1.14	8.1	-
CuNi/SBA-15(1)	9.52	10.99	628	0.996	7.0; 8.1	-
CuNi/SBA-15(2)	9.42	10.87	592	0.977	7.0; 8.1	-
CuNi/SBA-15(5)	8.89	10.27	566	0.971	7.0; 8.1	28.5
CuNi/SBA-15(10)	8.99	10.38	515	0.949	7.0; 8.1	33.5
						14.0

^a*d*₁₀₀ distanta interplanară, ^b*a*₀ = 2*d*₁₀₀/√3. ^c*S*_{BET} = suprafata specifica evaluate cu ecuatia BET (P/P₀ = 0.1–0.25). ^d*V*_{total} = volumul porilor determinat la P/P₀ = 0.97; ^e*D*_p = diametrul porilor determinat cu metoda NL-DFT pentru pori cilindrici; ^fmarimea cristalitelor calculate cu ecuatia Scherrer: d_{hkl} = K(λ/β)cosθ.

Din DRX la unghiuri mici si mari si din fizisorbitia azotului s-au determinat proprietatile structurale (*d*₁₀₀, *a*₀, *D*_{M0}) si texturale (suprafata BET, volum poros si diametrul porilor) corespunzatoare suportului SBA-15 si materialelor de tip CuNi/SBA-15 calcinate. Valorile proprietatilor structurale si texturale obtinute pentru SBA-15 (Tabelul 1) sunt

specifice acestui tip de material, confirmand formarea unei mezostructuri hexagonale 2D cu un diametru p6mm.²⁻⁴ Dupa impregnare cu azotati metalici si calcinare, se observa o scadere a proprietatilor texturale datorita localizarii nanoparticulelor de oxizi de cupru si nichel (identificati prin DRX la unghiuri mari) in porii suportului SBA-15. Interesant este faptul ca pentru materialele oxidice, s-a observat in izotermele de fizisorbtie a azotului o blocare a mezoporilor primari confirmata si de distributia marimii porilor.³ Astfel, ramura de desorbtie prezinta o noua crestere la presiuni relative de 0.5-0.6, fapt care conduce la o intarzire in inchiderea buclei de histerezis, asociata cu prezenta unor "calimare de cerneala" (Fig. 1A) cu diametru mediu de 7.0 nm, aditionali mezoporilor primari (diametrul

mediu de 8.1 nm). Acest tip suplimentar de mezopori este tocmai rezultatul blocarii partiale a sistemului de mezopori primari cu nanoparticule oxidice cu un diametrul egal cu diametrul mediu al mezoporilor, fenomen de confinare a particulelor oxidice. Intr-adevar, microscopia electronica de transmisie confirmă acesta confinare a nanoparticulelor oxidice in mezopori primari ai suportului SBA-15 (Fig. 1B). Reductibilitatea cationilor metalici a fost determinata prin TPR, analiza fiind efectuata pe aparatul ChemBet Pulsar TPR/TPD (Qunatachrome), achizitionat in etapa I/2012 din fondurile proiectului A1, cum este reprezentat in Fig. 2, profilele TPR prezinta 2 maxime ale temperaturilor de reducere. De exemplu, in cazul probei CuNi/SBA-15 (1:1, 5%) primul maxim de temperatura este identificat la 270 °C, iar al doilea la 290 °C. Conform literaturii,⁶ CuO si NiO masice se reduc la temperaturi de peste 300 °C si respectiv, 400 °C. In aceste conditii, este evident ca reductibilitatea acestor doi oxizi se bazeaza pe SBA-15 este imbunatatita, in special pt NiO, efect care este corelat cu o buna dispersie a acestora. De asemenea, aceste reductibilitati indica faptul ca atomii de cupru si nichel sunt localizati in aceeasi particula, intre ei existand o puternica interacție. Suplimentar, se observa doua picuri foarte mici la temperaturi de peste 400 °C, care sunt atribuite unei fractii mici de oxizi masici formati pe suprafata externa a granulei de suport.

(ii) Un al doilea studiu a fost axat pe efectul raportului mas. M₁:M₂ (M₁= cupru, M₂ = nichel; M₁:M₂ = 10:0, 8:2, 5:5, 2:8 si 0:10) asupra proprietatilor structurale, texturele si de reductibilitate, precum si a performantelor catalitice in hidrogenarea cinamaldehidei.²

Tabel 2. Proprietatile structurale si texturale ale suportului SBA-15 si ale materialelor CuNi/SBA-15 calcinate.

Proba	ICP	DRX unghiuri mici		Fizisorbtia N ₂					DRX unghiuri mari	
	Cu: Ni (Cu/M ^a)	d ₁₀₀ ^b (nm)	a ₀ ^c (nm)	S _{BET} ^d (m ² g ⁻¹)	S _{micro} ^e (m ² g ⁻¹)	V _{total} ^f (cm ³ g ⁻¹)	V _{micro} ^g (cm ³ g ⁻¹)	D _p ^h (nm)	D _{NiO} ⁱ (nm)	D _{CuO} ^j (nm)
SBA-15	-	9.1	10.5	803	183	1.12	0.082	8.4	-	-
Ni/SBA-15	0: 5.6 (0)	8.3	9	617	104	0.91	0.044	7.4; 8.2	9.2	-
Cu₁Ni₄/SBA-15	1.2: 4.5 (0.20)	8.8	10.2	633	110	0.94	0.047	7.4; 8.2	8.7	-
Cu₁Ni₁/SBA-15	2.5: 3.0 (0.44)	9.0	10.4	672	129	1.01	0.057	7.4; 8.2	8.1	29.6
Cu₄Ni₁/SBA-15	5.1: 1.1 (0.81)	9.1	10.5	722	145	1.09	0.066	8.2	14.5	29.5
Cu/SBA-15	6.2: 0 (1)	9.1	10.5	717	142	1.06	0.063	8.2	-	31.5

^aM = Cu+Ni; ^bd₁₀₀ distanta interplanara; ^ca₀ = 2d₁₀₀/√3. ^dS_{BET} = suprafata specifica evaluate cu ecuatie BET (P/P₀ = 0.1–0.25). ^eS_{micro} = suprafata microporilor obtinuta cu metoda t-plot; ^fV_{total} = volumul porilor determinat la P/P₀ = 0.97; ^gV_{micro} = volumul microporilor obtinut din metoda t-plot; ^hD_p = diametrul porilor determinat cu metoda NL-DFT pentru pori cilindrici; ⁱmărimea cristalitelor calculate cu ecuatie Scherrer: d_{hkl} = K(λ/β)cosθ.

Pe baza studiului anterior, s-a stabilit ca un grad de incarcare de 5 % reprezinta un optim atat din punct de vedere al proprietatilor fizico-chimice, cat si catalitice. Probele calcinate au fost sistematic caracterizate prin tehnici de caracterizare fizico-chimice enumerate mai sus. Deorece catalizatorii propriu-zisi contin nichel si cupru in starea zero-valenta (M⁰) si nu cationica, s-a efectuat si investigatii asupra probelor reduse (metodele enumerate mai sus). In Tabelul 2 sunt centralizate rezultatele furnizate de analiza chimica, fizisorbtia azotului si DRX (ungiuri mici si mari). Se poate observa ca in fiecare material de tip (Cu)Ni/SBA-15 incarcarea cu metal este foarte apropiata de 5 %, ceea ce este in accord cu cantitatea de metal folosita pentru preparare. De asemenea, observatia este valabila si pentru rapoartele Cu :Ni. Elementia razelor X la unghiuri mici si fizisorbtia azotului pentru suportul SBA-15 si materialele mono- si bicomponente (Fig. 3 A si B) confirma, pe de o parte, mezostructura ordonata cu pori cilindrici si paraleli pentru suportul SBA-15 si, pe de alta parte, arata mentinerea ordinii pe distanta mare si textura suportului dupa impregnarea cu azotatii de cupru si nichel si calcinare. Interesant este faptul ca in cazul care se depune doar cupru pe suport, acesta este destul de dificil de stabilizat. Acest lucru este explicat prin interactiunea slaba dintre precursorii de cupru si silice, ceea ce face ca acesti precursori sa fie mobili si greu de stabilizat. Acest efect este foarte bine ilustrat de DRX unghiuri mici (Fig. 1A si Tabel 2), DRX la unghiuri mari si TEM care evidențiaza particule de Cu foarte mari (D_{CuO} = 31.5 nm conform ec. Scherrer) localizate preponderent pe suprafata externa a granulelor de SBA-15 (Fig.

Fig. 1 Reprezentare schematica a formarii mezoporilor de tip „calimara de cerneala” (A); TEM pentru CuNi/SBA-15(5) (B).

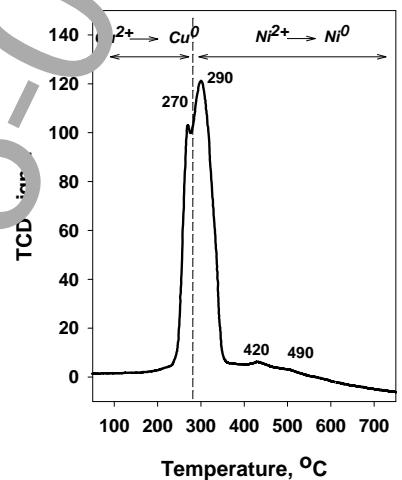


Fig. 2 Curba TPR pentru CuNi/SBA-15(10).

3Cd, si Fig. 4Ae). Intr-adevar, reducerea programata a evidențiat două temperaturi de reducere, la ~345 și 500 °C. Primul maxim al temperaturii de reducere este intens și este atribuit reducerii Cu^{2+} la Cu^0 în Cu_xNi_y magic, foarte putin dispersat, iar al doilea este mai putin important și se consideră ca ar fi datorat reducerii Cu^{2+} în silicati sau CuO confinat în micropori (Fig. 4Be).

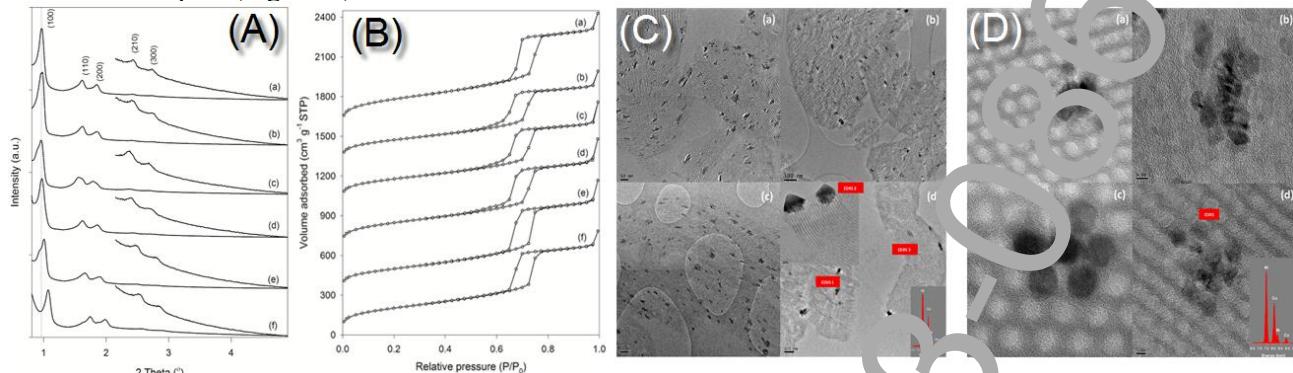


Fig. 3 Izotermele de fizisorbie (A) și curbele de distribuție a porilor (B) pentru SBA-15(a) și Cu/SBA-15(a), Cu₁Ni₄/SBA-15(c), Cu₁Ni₁/SBA-15(d), Cu₄Ni₁/SBA-15(e) și Ni/SBA-15(e); Imagini TEM (C) pentru Ni/SBA-15(a), Cu₁Ni₄/SBA-15(b), Cu₁Ni₁/SBA-15(c) și Cu₄Ni₁/SBA-15(d) după calcinare. Imagini HR-TEM (D) pentru Ni/SBA-15 (a,b) și Cu₁Ni₁/SBA-15(c,d) după calcinare (Medialoane imagini d: spectre EDX).

Pentru proba monocomponentă de nichel, s-a observat o stabilizarea mai bună a acestuia comparativ cu cea a cuprului. Astfel, cristalitele de NiO identificate cu DRX au o marime medie de 9.2 nm, valori care sunt foarte apropiate de diametrul mediu al porilor. Acest rezultat indică o dispersie bună a NiO dublată de o confinare a acestuia în porii suportului SBA-15. Intr-adevar, afirmația este susținută și de datele de fizisorbie a azotului, care indică blocarea mezoporilor principali și generarea unui nou sistem de pori de tip „calmară de cerneala”, a căror diametru mediu este de 7.4 nm, cât și de imaginile TEM, din care se observă clar particule de NiO bine disperse și confinăte în mezopori. Depunerea simultană pe suportul SBA-15 a celor două metale, în diferite rapoarte masice, a evidențiat influențe interesante, cel mai important fiind efectul de stabilizare, care este foarte bun ilustrat de difracția razei X la unghiuri mari. Astfel, se remarcă scaderea intensității picurilor de difracție și respectiv, creșterea largimii la jumătatea înalțimii, pe măsură ce raportul Cu:Ni se apropie de 1:1. Un alt lucru interesant a fost observat asupra reductibilității cationilor de Cu^{2+} și Ni^{2+} (Fig. 4B). În special, s-a remarcat efectul catalitic al cuprului asupra reductibilității nichelului. Astfel, temperatura de reducere a nichelului s-a diminuat progresiv de la 530 la 245 °C iar pentru Cu^{2+} temperatura de reducere a scăzut de la 345 la 180 °C (în proba Cu₁Ni₁/SBA-15). Acest comportament indică prezența celor două elemente în aceeași particula și că între ele există o interacțiune sinergică puternică.

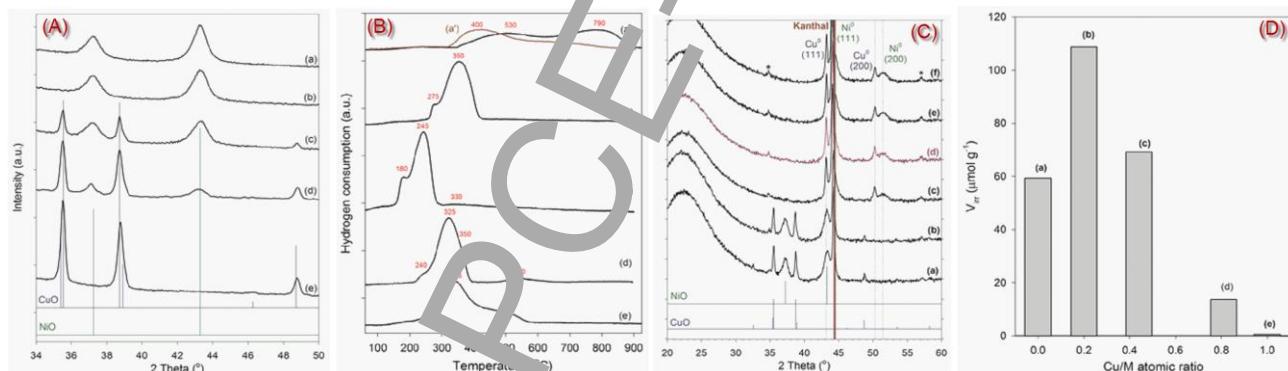


Fig. 4 (A) – Difracțogrammele de raze X pentru Ni/SBA-15(a), Cu₁Ni₄/SBA-15(b), Cu₁Ni₁/SBA-15(c), Cu₄Ni₁/SBA-15(d) și Cu/SBA-15(e); (B) – curbele TPR pentru Ni/SBA-15(a), Cu₁Ni₄/SBA-15(b), Cu₁Ni₁/SBA-15(c), Cu₄Ni₁/SBA-15(d) și Cu/SBA-15(e); (C) – Difracțogrammele de raze X înregistrate in-situ după reducere termoprogamată pentru Ni_xCu_{1-x}/SBA-15 la 30 °C (a), 150 °C (b), 250 °C (c), 350 °C (d), 450 °C (e) și 550 °C (f); * = 1:1 Ni PS; (D) – Capacitatea de chemisorbie a NO_x pentru catalizatorii (bi)metalici redusi la 350 °C pentru Ni/SBA-15(a), Cu₁Ni₄/SBA-15(b), Cu₁Ni₁/SBA-15(c), Cu₄Ni₁/SBA-15(d) și Cu/SBA-15(e).

Evoluția fazelor cristaline și termostabilitatea lor în timpul reducerii a fost monitorizată in-situ prin DRX (Fig. 4C – exemplificare pentru proba Cu₁Ni₁/SBA-15). Se poate observa că, în acord cu TPR, la 350 °C (curba c) nu mai sunt identificate în difracțogramă picurile de difracție corespunzătoare oxizilor NiO și CuO datorita reducerii lor complete la fazele metalice corespunzătoare. În schimb, apar difracții noi la (i) ~43.2 și ~44.5° atribuite planelor (111) din Cu⁰ și respectiv, Ni⁰ și (ii) ~50.2 și ~51.5° atribuite planelor (200) din Cu⁰ și respectiv, Ni⁰. Este interesant de remarcat faptul că la $2\theta \approx 50^\circ$, nu există un singur pic de difracție ci două (cele deja menționate). Acest rezultat indică faptul că în material există două faze distințe, una îmbogățită în cupru și alta îmbogățită în nichel. De asemenea, se evidențiază o slabă solubilitate între cupru și nichel datorită unei interacțiuni puternice dintre nichel și silice, care previne o interdifuzie a acestor două metale. Intr-adevar, analizele DRX la unghiuri mari, TPR și XPS indică foarte clar existența unei noi faze (cristaline) pe lângă cea de oxid, în toate probele care contin nichel; este vorba despre o fază de tip filosilikat de nichel, a cărei formare este generată, se pare, în timpul uscării blande (metoda MDI). Această fază împreună cu efectul de confinare al particulelor oxidice sunt considerate a fi responsabile de termostabilitatea foarte bună a particulelor oxidice/metalice depuse în porii suportului SBA-15. Identificarea acestor faze precum și comportamentele catalitice interesante (v. Obiectiv 4, O4) a reprezentat originea unui nou studiu după cum urmează.

(iii) Un alt treilă studiu a fost axat pe efectul interacțiunii dintre suport și metal asupra proprietăților fizico-chimice și catalitice ale materialelor.⁸ În acest scop, s-au preparat catalizatori prin două metode de precipitare (CP și DP) asa cum s-a menționat mai sus. După calcinare, probele au fost caracterizate prin analizele mentionate mai sus și

comparate cu proba obtinuta prin MDI. O parte din rezultatele obtinute sunt centralizate in Fig. 5 si Tabelele 3 si 4. Din Fig. 5 se poate remarcă faptul ca metoda de preparare are o influență importantă asupra proprietăților texturale, structurale și de reductibilitate. În plus, acestea confirmă rezultatele obtinute pentru Cu/Ni/SBA-15 preparate prin cele două metode de precipitare, CP și DP (etapa I a proiectului).⁹

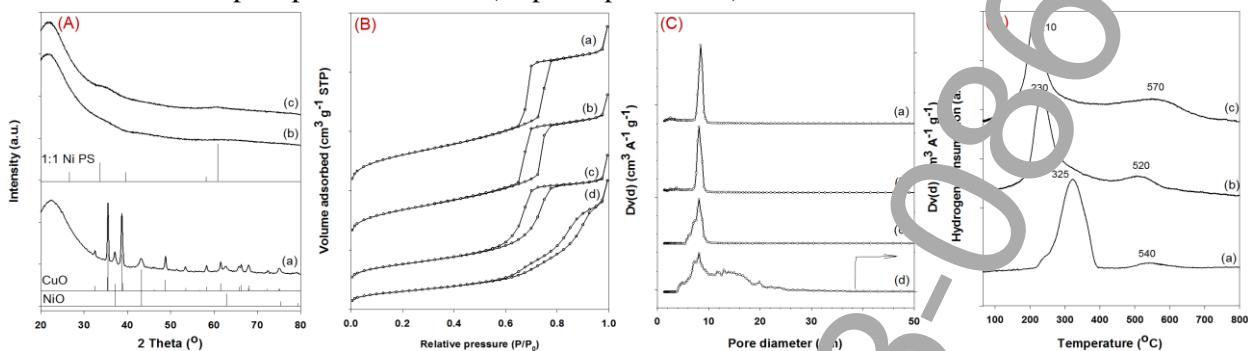


Fig. 5 (A) – Difractogramme de raze X pentru CuNi/SBA-15 preparat prin MDI(a), CP(b) si DP(c); **(B)** – Isotermele de fizisorbitie a azotului pentru SBA-15(a) si CuNi/SBA-15 preparat prin MDI(b), CP(c) si DP(d); **(C)** – Curbele de distributie ale marimii porilor pentru SBA-15(a) si CuNi/SBA-15 preparat prin MDI(b), CP(c) si DP(d); **(D)** – Curbele TPR pentru CuNi/SBA-15 preparat MDI(a), CP(b) si DP(c).

Astfel, conform DRX la unghiuri mari, precipitarea cationilor din solutie în rezenta suportului de silice conduce la faze cristaline bine disperse ale caror dimensiuni sunt sub limita de detectie in DRX (Fig. 5Ab si c). In plus, textura materialelor suferă modificări datorita pH-ului bazic in care are loc sinteza, cunoscut fiind faptul ca un pH bazic favorizeaza hidroliza peretelui de silice, cu pierderea parțială sau totală a organizării mezostructurii.¹⁰

Tabel 3. Proprietățile structurale și texturale ale suportului SBA-15 și ale materialelor CuNi/SBA-15 calcinate.

Proba	ICP	DRX unghiuri mici		Fizisorbitia N ₂				
	Cu: Ni (Cu/M ^a)	d ₁₀₀ ^b (nm)	a ₀ ^c (nm)	S _{BET} ^d (m ² g ⁻¹)	S _{micro} ^e (m ² g ⁻¹)	V _{total} ^f (cm ³ g ⁻¹)	V _{micro} ^g (cm ³ g ⁻¹)	D _d ^h (nm)
SBA-15	-	9.1	10.5	803	18	1.12	0.082	8.4
CuNi_MDI	5.1: 1.1 (0.81)	9.1	10.5	722	145	1.09	0.066	8.2
CuNi_CP	4.5: 0.9 (0.83)	9.1	10.5	458	25	0.87	0.009	7.4; 8.2
CuNi_DP	4.9: 1.1 (0.82)	9.8	11.3	323	11	0.84	0.003	8.2; 15.0

Totusi, cand este utilizat Na₂CO₃ in calitate de agent de precipitare, pH-ul poate fi controlat de asa natura incat sa se obtina un raport optim intre organizarea mezoportuala a materialului final si dispersia precursorilor metalici. Dezavantajul metodei CP consta in suprasaturarea de ale si decesi, in precipitarea punctuala a cationilor. Din acest motiv, se utilizeaza precipitarea cu uree, aceasta se desfasoara la 90 °C eliberand gradual ioni HO⁻ necesari precipitarii. In acest caz, precipitarea are loc uniform pe tota suprafața suportului, favorizand o dispersie mai omogena ale fazelor cristaline. Dezavantajul metodei consta in faptul ca pH-ul fiind mai greu de controlat, au loc alterari texturale mai importante decat in cazul metodei CP. Aceasta afirmație este sustinuta de izotermele de fisisorbitie a azotului si de distributia marimii porilor – Fig. 5B si C (curbele c si d). Proprietatile texturale (S_{BET}, volumele porilor, diametrul porilor) scad comparativ cu suportul si cu proba preparata prin MDI (Tabel 3).

Tabel 4. Rezultate XPS pentru probele calcinate si reduse

Proba	B.E. (eV)				Cu/Si ^a	Ni/Si ^a	Cu/M ^a			
	Cu 2p _{3/2}		Ni 2p _{3/2}							
	Cu ²⁺	Cu ⁰	Ni ²⁺	Ni ⁰						
Probe calcinate										
CuNi_MDI	933.6	-	855.7	-	0.01 (0.05)	0.01 (0.01)	0.44 (0.81)			
CuNi_CP	933.6, 936.0	-	857.0	-	0.04 (0.05)	0.01 (0.01)	0.72 (0.82)			
CuNi_DP	933.9, 936.0	-	856.9	-	0.10 (0.05)	0.03 (0.01)	0.75 (0.80)			
Probe reduse la 350 °C										
CuNi_MDI	-	933.2	855.7	852.4	0.005 (0.05)	0.006 (0.01)	0.46 (0.81)			
CuNi_CP	-	933.0	857.2	852.6	0.03 (0.05)	0.01 (0.01)	0.65 (0.82)			
CuNi_DP	-	932.8	857.0	852.4	0.05 (0.05)	0.03 (0.01)	0.64 (0.80)			

^a Rapoarte atomice la suprafață și în masa (între paranteze)

Studiile TPR efectuate pe materialele bicomponente CuNi/SBA-15, preparate prin cele trei metode, au oferit informatii directe privind natura si reductibilitatea precursorilor metalici de Cu si Ni generati prin calcinare, precum si informatii legate de interacțiunile Cu-Ni si/sau metal-suport. Proba preparata prin MDI contine oxizi de cupru si nichel, slab dispersati, in special CuO, asa cum a indicat si analiza DRX, a caror reductibilitate este relativ scazuta. Se poate observa ca pentru probele obtinute prin CP si DP, reductibilitatea cationilor este imbunatatita, datorita dispersiei foarte mari a precursorilor metalici pe suprafața suportului. Mai mult, se poate vedea ca reductibilitatea cationilor precipitati cu Na₂CO₃ este mai mare decat a celor precipitati cu uree indicand naturi chimice diferite ale faze cristaline formate si de interacțiuni suport-metal diferite. Astfel, se considera ca in cazul CP, precursorii sunt predominant de tip hidroxicarbonat in timp ce in cazul DP, precursorii sunt in principal de tip filosilicat. Natura precursorilor mentionati a fost identificata cu ajutorul spectroscopiei XPS (Tabelul 4). Energiile de legatura calculate pentru Cu

$2p_{3/2}$ si $Ni\ 2p_{3/2}$ sunt atribuite oxizilor CuO si NiO in cazul probei CuNi_MDI. Se poate observa ca energia de legatura creste in cazul probelor sintetizate prin precipitare indicand o interacțiune mai puternica intre metal si suport, ca de exemplu, via filosilicatilor, in particular cei de nichel. Intr-adevar, dupa reducerea probelor la $500\ ^\circ C$, s-au identificat in probe atat Ni^{2+} cat si Ni^0 , indicand clar ca la aceasta temperatura mai exista nichel cationic care se gaseste intr-o faza cristalina greu reductibila. Mai mult, pe baza studiilor de literatura, s-a stabilit ca energiile de legatura corespund celor din filisilicati de nichel, ale caror temperaturi de reducere sunt mai mari de $500\ ^\circ C$, in ce priveste distributia atomilor de Ni si Cu in proba, din rapoartele atomice se poate remarca faptul ca exista o imbogatire in Ni la suprafata, in special in cazul probelor preparate prin precipitare.

Aplicatii catalitice ale catalizatorilor metalici in hidrogenarea chemoselectiva

Materialele catalitice dezvoltate in aceasta etapa a proiectului au fost testate in reactia de hidrogenare in faza lichida a cinamaldehidei la $150\ ^\circ C$ si presiune atmosferica. In Tabelul 5 sunt prezentate cateva dintre rezultatele obtinute, care ilustreaza clar influenta unor factori importanți (gradul de incarcare cu metal, raportul metal/metal, metoda de preparare) asupra performantelor catalitice ale materialelor preparate.

Tabel 5. Performantele catalitice ale materialelor Cu_x/Ni_y/SBA-15

Studiu	Proba	Timp de reactie, min	X _{CNA} , mol %	S _{CNOL} , mol %	S _{HCNA} , mol %	S _{HCNOL} , mol %
(i) (gradul de incarcare cu metal)	CuNi/SBA-15(1)	360	21.6	7.6	82.0	6.8
	CuNi/SBA-15(2)		53.5	7.6	80.9	8.6
	CuNi/SBA-15(5)		98.3	0.6	81.9	17.5
	CuNi/SBA-15(10)		100.0	0.2	67.9	31.9
(ii) (raportul M ₁ :M ₂)	Ni/SBA-15	180	80.1	1.4	94.0	4.6
	Cu ₁ Ni ₄ /SBA-15		99.3	5.4	90.8	3.8
	Cu ₁ Ni ₁ /SBA-15		72.0	7.2	88.4	4.4
	Cu ₄ Ni ₁ /SBA-15		11.5	9.7	83.9	6.4
	Cu/SBA-15		1.1	-	-	-
(iii) (metoda de preparare)	CuNi_MDI	300	21.9	17.1	74.8	8.0
	CuNi_CP		100	24.4	69.3	6.3
	CuNi_DP		100	24.5	65.4	10.1

* CuNi_MDI = Ni₁Cu₄/SBA-15; ^a valori calculate la o conversie CNA de 20 mol % pentru restul probelor, selectivitatile corespund conversiei maxime.

(i) Se poate observa ca activitatea catalitica creste odata cu gradul de incarcare cu metal datorita cresterii numarului de centre active. Interesant, aceasta crestere atinge un optim la un grad de incarcare de 5%, sugerand ca acest procent reprezinta un optim in raport cu gradul de incarcare, numarul de centre active disponibile si dispersia acestora. Din punct de vedere al selectivitatii, aceste materiale, desi contin cupru si nichel in cantitati egale, manifesta comportamentul nichelului, reactia fiind directionata insepe hidrogenarea legaturii C=C, cu formarea aldehydei saturate.

(ii) Modificarea raportului dintre cele doua metale a condus la comportamente specifice. Mai exact, s-a obtinut o conversie de ~100 mol % pentru un raport Cu:M₁ = 1:4, sugerand un efect pozitiv al cuprului asupra dispersiei si reductibilitatii nichelului, confirmand rezultatele de caracterizare fizico-chimica. Cresterea progresiva a cantitatii de cupru in material s-a reflectat intr-o scadere a activitatii pana la 1.1 % pentru proba care contine exclusiv cupru. In acelasi timp se constata o usoara crestere a selectivitatii la CNOL cu cresterea cantitatii de cupru, indicand existenta unei competitii intre hidrogenarea legaturilor C=C si C=O, introducerea cuprului favorizand modul de adsorbție a CNA via C=O pe centrele active.

(iii) Aceste efecte electronice precum si interacțiunea dintre metal si suport au fost studiate mai departe cu ajutorul probelor preparate prin CP si DP. Se poate observa ca activitatea probelor obtinute prin CP si DP este cu mult mai mare decat activitatea celei obtinute prin MDI. De asemenea, proprietatile de chemoselectivitate sunt imbunatatite in cazul probelor preparate prin precipitare. Aceste rezultate sunt explicate prin: (i) natura diferita a centrelor active generate prin reducerea oxizilor, a hidroxi-carbonatilor si respectiv a filosilicatilor de cupru si nichel si in stransa legatura cu aceasta, si prin (ii) modul de adsorbție a moleculei de CNA pe centrele active.

Rezultatele originale ale studiilor au constituit subiectul a 6 comunicari la manifestari stiintifice internationale, 3 articole ISI publicate^{2,4}, 1 articol L'NP³ si 1 articol aflat in curs de redactare⁸ (vezi Anexa la raport).

Referinte

- Dumitriu, E; Raport stiintific privind implementarea proiectului PN-II-ID-PCE-2011-3-0868, (2012).
- Ungureanu, A.; Dragoi, B.; Chiriac, A.; Ciotea, C.; Royer, S.; Duprez, D.; Mamede, A.S.; Dumitriu, E. *ACS Appl. Mater. Interfaces*, 2013, **5**, 3010.
- Rudolf, A.; Chiriac, A.; Dragoi, B.; Ungureanu, A.; Dumitriu, E. *Buletinul Institutului Politehnic Iasi*, 2013, LIX(LXIII), **2**, 9.
- Dragoi, B.; Ungureanu, A.; Chiriac, A.; Huiea, V.; Royer, S.; Dumitriu, E. *Catal. Sci. Technol.*, 2013, **3**, 2319.
- Sietsma, JRA; Meeldijk, JD; Versluis, Jlder, M; Broersma, A; van Dillen, AJ; de Jongh, PE; de Jong, KP. *Chem. Mater.*, 2008, **20**, 2921.
- Parida K.M., Dharitri R. *App. Catal. A: General*, 2007, **321**, 101.
- Ren Y, Peter G. Bruce, Zhen M. *J. Mater. Chem.*, 2011, **21**, 9312.
- In curs de redactare
- Ciotonea, C; Dragoi, B; Ungureanu, A; Chiriac, A; Petit, S; Royer, S; Dumitriu, E. *Chem. Commun.*, 2013, **49**, 7665.
- (a) Geus, J.W., Dillen, K.; in Ertl, G., Knozinger, Weitkamp, J. (Eds.), Preparation of Solid catalysts, Wiley-VCH Verlag GmgH, Weinheim,1999; (b) De Jong K. P.(Ed.), Synthesis of Solid Catalysts, Wiley-VCH Verlag GmgH, Weinheim, 2009.

Director proiect,

Prof.dr.ing. Emil DUMITRIU