



(11) RO 133106 A2

(51) Int.Cl.

H01B 12/00 (2006.01),  
H01L 39/24 (2006.01),  
C01B 35/04 (2006.01)

(12)

## CERERE DE BREVET DE INVENTIE

(21) Nr. cerere: **a 2017 00589**

(22) Data de depozit: **23/08/2017**

(41) Data publicării cererii:  
**28/02/2019** BOPI nr. **2/2019**

(71) Solicitant:  
• **INSTITUTUL NAȚIONAL DE  
CERCETARE-DEZVOLTARE PENTRU  
FIZICA MATERIALELOR,  
STR.ATOMIȘTILOR NR.105 BIS,  
MĂGURELE, IF, RO**

(72) Inventatori:  
• **GRIGOROȘCUTĂ MIHAI ALEXANDRU,  
STR. VALEA OLTULUI NR.24, BL.D31, SC.B,  
ET.1, AP.20, SECTOR 6, BUCUREȘTI, B,  
RO;**

• **BURDUŞEL MIHAIL, BD.UNIRII NR.64,  
BL.K4, SC.2, AP. 39, SECTOR 3,  
BUCUREȘTI, B, RO;**  
• **ALDICĂ GHEORGHE VIRGIL,  
ALEEA RÂMNICEL NR. 2, BL. M6, SC. B,  
AP. 66, SECTOR 6, BUCUREȘTI, B, RO;**  
• **BĂDÎCĂ PETRE, BD.DINICU GOLESCU  
NR.37, SC.B, AP.48, SECTOR 1,  
BUCUREȘTI, B, RO**

(54) **METODĂ DE PROCESARE ȘI BANDĂ/FIR  
SUPRACONDUCTOARE ÎN TEACĂ METALICĂ UȘOARĂ  
CU MIEZ PE BAZĂ DE MgB<sub>2</sub>**

(57) Rezumat:

Invenția se referă la o metodă de prelucrare a unei benzi supraconductoră sau a unui fir supraconductor în teacă metalică ușoară, cu miez pe bază de MgB<sub>2</sub>, și la banda/firul astfel obținut. Metoda de prelucrare, conform inventiei, combină deformarea plastică și metoda sinterizării asistate de un câmp electric intens (SPS), utilizând un montaj cu pulbere de nitrură de bor hexagonală, h-BN, în care sunt imersate firele/benzile, în

vid, fiind supuse unui tratament termic cu o viteză de încălzire de 100°C/min, la o presiune maximă aplicată de 95 MPa, la o temperatură maximă de 1150°C, menținută timp de 3 min.

Revendicări: 2

Figuri: 4

Cu începere de la data publicării cererii de brevet, cererea asigură, în mod provizoriu, solicitantului, protecția conferită potrivit dispozițiilor art.32 din Legea nr.64/1991, cu excepția cazurilor în care cererea de brevet de inventie a fost respinsă, retrasă sau considerată ca fiind retrasă. Întinderea protecției conferite de cererea de brevet de inventie este determinată de revendicările conținute în cererea publicată în conformitate cu art.23 alin.(1) - (3).



**Descrierea brevetului de inventie**

Nr. 9201700589

23.08.2017

**Metoda de procesare si banda/fir supraconductoare  
in teaca metalica usoara cu miez pe baza de MgB<sub>2</sub>**

elaborata de

Mihai Alexandru GRIGOROȘCUȚĂ, Mihail BURDUŞEL,  
Gheorghe Virgil ALDICA, Petre BĂDICĂ**1. Stadiul tehnicii**

Prezenta inventie se referă la

- o metoda de procesare a unei benzi pe baza de MgB<sub>2</sub> pur sau aditivat cu diferite adaosuri în teaca metalica;
- obținerea de esantioane supraconductoare de banda cu teaca usoara.

Banda supraconductoare pot fi utilizata pentru transportul electric, limitatoarele de curent și la fabricarea bobinelor magnetice folosite în tomografele cu rezonanță nucleară, mașini, echipamente și motoare electrice de putere, stocare sau generare de energie, separare/purificare magnetică, aplicații medicale, transport, spațiale, instrumente științifice, etc [M. Tomsic și colab., International Journal of Applied Ceramic Technology 4 3 (2007)].

Benzile/firele de MgB<sub>2</sub> se produc prin diferite metode. Industrial metoda *pulberilor in tub metalic* este cea mai utilizată și dezvoltată. Aceasta constă în: 1. intr-un lingou metalic se încarcă pulberea/pulberile precursoare; 2. se efectuează operații de deformare plastică pentru a obține firul/banda; 3. se realizează tratamentul termic pentru sinteza/sinterizarea miezului de MgB<sub>2</sub>. MgB<sub>2</sub> sub forma de fire/benzi/cabluri este produs prin diferite tehnologii, cu diferite arhitecturi și cu diferite materiale (teci, bariere, adaosuri, materii prime, etc).

Utilizarea materialului supraconductor de MgB<sub>2</sub> ca fire/benzi/cabluri în aplicațiile implicând transportul curentului electric a fost studiată intens în domeniul de temperatură sub 35 K. Domeniul de aplicabilitate al MgB<sub>2</sub> este apreciat să fie în zona temperaturilor ~10-30 K și în campuri magnetice până la 10-20 T [C. Buzea și colab., Supercond. Sci. Technol. 14(11) R115-R146 (2001)]. Aceasta se datorează faptului că pentru condițiile indicate, valorile densității critice de curent sunt superioare celor obținute în supraconductori clasici – LTS (low temperature superconductors). Pe de altă parte, MgB<sub>2</sub> nu depășește valorile densităților critice de curent ale supraconductorilor de tip cuprati de temperatură critică înaltă (HTS, high temperature superconductors). Cu toate acestea, MgB<sub>2</sub> prezintă potential aplicativ semnificativ datorită:

- (i) densității sale foarte scăzute ( $2.6 \text{ g/cm}^3$ ) comparativ cu LTS sau HTS (densități  $> 6 \text{ g/cm}^3$ ), fiind, astfel, foarte util în aplicațiile portabile;
- (ii) când este complet densificat, rezistența mecanică la întindere, încovoiere sau compresiune a MgB<sub>2</sub> este superioară celor ale HTS.

(iii) MgB<sub>2</sub> în benzii este folosit în stare policristalina, deoarece curentii persistenti nu depind de orientarea cristalina la granite [D.C. Larbalestier si colab., Nature 410 6825 (2001)] asa cum este cazul HTS. Aceasta limitare impune ca miezul supraconductor HTS sa fie similar unui strat subtire monocrystalin ceea ce necesita tehnici sofisticate si scumpe de depunere.

(iv) MgB<sub>2</sub> nu contine elemente scumpe, cum ar fi Nb, în cazul LTS si pamanturi rare, cum ar fi Y, Sm, Gd, în cazul HTS.

## 2. Problema tehnica rezolvata de inventie

Inventia rezolva problema specifica metodelor de procesare utilizate in prezent [H. Kumakura si colab., Physica C: Superconductivity, Volume 382 93-97 (2002); P. Kovac si colab., Supercond. Sci. Technol. 17 L41-L46 (2004); W. Goldacker si colab., Supercond. Sci. Technol. 14 787-793 (2001); J. M. Hur si colab., Supercond. Sci. Technol. 21 032001 (2008)], respectiv a limitarilor in obtinerea densitatilor masice mari ale miezului datorate reactiilor chimice intre materiile prime pe baza de Mg si B (metodele "in-situ") si datorita volatilitatii mari a Mg. Utilizarea ca materie prima a compusului MgB<sub>2</sub> (metoda "ex-situ") este avantajoasa daca se depasesc problemele legate de necesitatea unor temperaturi mai ridicate de procesare pentru sinterizarea MgB<sub>2</sub> care pot duce la interdifuzii puternice nedorite intre miez si teaca metalica. La nivel mondial, benzile/firele performante produse in diferite firme sau laboratoare folosesc in general metoda 'in-situ' si tecile sunt de fier [S. Soltanian si colab., Physica C 361(2) 84-90 (2001)], aliaje fier-nichel [H. L. Suo si colab., Appl. Phys. Lett., vol. 79 3116-3118 (2001)], monel (aliaje de Cu-Ni cu minim 63 wt% Cu) [<http://www.hypertechresearch.com>], GlidCop® (Cu aditivat cu 0.3 wt% Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>) [<http://www.hoganas.com>] si titan [M. Alessandrini si colab., Supercond Sci. Technol. 19(1) 129-132 (2006)].

Alegerea metodei de procesare (in situ sau ex-situ), teaca si tratamentul termic (metoda si parametrii tehnologici) sunt esentiali in controlul/imbunatatirea parametrilor functionali al benzii supraconductoare.

Inventia propune o banda supraconductoare monofilamentara de MgB<sub>2</sub> cu teaca usoara si procesarea acesteia. Procesarea este de tip *ex-situ a pulberilor in tub metalic* si consta din etapele 1-3 prezentate in Stadiul Tehnicii (paragraful 2) avand specific faptul ca inventia aplica in etapa 3 - tratamentul termic final pentru obtinerea (sinterizarea) miezului- metoda de *sinterizare asistata de camp electric intens* (cunoscuta international sub denumirea Spark Plasma Sintering (SPS) sau Field Assisted Sintering (FAST)).

## 3. Avantajele inventiei in raport cu stadiul tehnicii

A. Alegerea unei tecni usoare si convenabile in procesele si etapele de procesare pentru producerea benzii supraconductoare este critica. Alegerea Ti ca material usor ( $4.5 \text{ g/cm}^3$ ) avantajos in special pentru aplicatii portabile, deformabil si procesabil termic prin SPS (in componenta benzii de MgB<sub>2</sub>) permite obtinerea supraconductibilitatii cu caracteristici functionale optimizate/imbunatatite. Metoda de obtinere a miezului supraconductor foarte dens si cu proprietatile supraconductoare optimizate din acest brevet este metoda ex situ, care presupune folosirea compusului MgB<sub>2</sub> sub forma de pulbere. Pentru obtinerea in forma masiva (cu sau fara adaosuri) cu caracteristici functionale optime/imbunatatite, temperatura optima de procesare SPS este de  $1150^\circ\text{C}$  [G. Aldica si colab., Physica C 477 43-50 (2012); P. Badica si colab.. Correlated Functional Oxides: Composites and Heterostructures, Eds. H. Nishikawa, N. Iwata,T. Endo, Y. Takamura, G-H Lee, P. Mele, Springer, 75-116 (2017)]. Titanul raspunde excelent conditiilor optime de procesare a miezului de MgB<sub>2</sub>. Pentru scaderea in continuare a densitatii se pot utiliza aditivi cu densitati scazute.

B. Procesul de procesare propus in aceasta inventie beneficiaza de avantajele impuse de specificul/unicitatea SPS. Aceasta tehnica de procesare termica sub presiune si in camp electric a materialelor este recunoscuta pentru flexibilitate sa si efectele de activare a proceselor fizico-chimice [S. Grasso si colab., Sci. Technol. Adv. Mater. 10 053001 (2009); Z. A. Munir, J. Mater. Sci. 41(3) 763-777 (2006)]. Consecintele acestor aspecte constau in faptul ca metoda produce miezuri de MgB<sub>2</sub> pur sau cu diferite adaosuri cu densitati mari si uniforme, apropriate de valorile teoretice si permite obtinerea unor microstructuri unice. Ambele aspecte, densitatea si microstructura duc la maximizarea proprietatilor supraconductoare si a celor mecanice. Aceste rezultate nu se regasesc in cazul multor altor metode de procesare a benzilor in teaca metalica cu miez de MgB<sub>2</sub> pur sau cu adaosuri.

#### **4. Prezentarea pe scurt a figurilor**

Se da in continuare un exemplu de ilustrare a inventiei pe baza figurilor 1-4 in care:

- Fig. 1 reprezinta fotografiile semifabricatelor si ale produsului finit sub forma de banda cu miez de MgB<sub>2</sub> pur sau aditivat:
  - (a) – A- semifabricat 1: tub metalic de Ti  $\phi_{ext}=6 \text{ mm}/\phi_{int}=4 \text{ mm}$ , umplut cu pulberi de MgB<sub>2</sub> si aditivi, cu capace cu filet de Ti sau Cu; – B-semifabricat 2: fir  $2 \times 2 \text{ mm}^2$  C-E- benzi la grosimea de 1 mm, 0.5 mm si, respectiv, la 0.25 mm obtinute din semifabricatul 2 prin deformare plastica cu treceri succesive;
  - (b) – produs finit: banda supraconductoare dupa procesarea termica finala si sub presiune prin metoda SPS.
- Fig. 2 reprezinta desenul schematic ce ilustreaza montajul (matrita de grafit cu poansoane si folii de grafit, mediul de procesare - pulberea de h-BN, benzile supuse procesarii SPS) pentru

realizarea etapei finale de procesare termica si sub presiune prin metoda SPS. P=presiune, I=currentul aplicat.

- Fig. 3 reprezinta diagrama de difractie a radiatiei X pe miezul supraconductor extras din banda din Fig. 1c; notatiile fazelor cristaline sunt urmatoarele : 1-MgB<sub>2</sub>, 2-MgO, 3-MgB<sub>4</sub>, si 4-faze reziduale ce depind de aditivii folositi.

- Fig. 4a reprezinta graficul densitatii critice de curent la diverse temperaturi (7.5 K – 37.5 K) in functie de campul magnetic aplicat al miezului supraconductor din banda de tip produs finit; Fig 4b arata variatia magnetizarii in functie cu cresterea temperaturii intre 5 si 42 K la un camp static de 0.01 T; Fig. 4c arata zona tranzitiei supraconductoare prin variatia rezistentei electrice in functie de temperatura la diverse campuri magnetice aplicate in domeniul 0 – 12 T pe un esantion de banda de tip produs finit (dimensiuni 20 x 4 x 0.4 mm<sup>3</sup>).

## **5. Prezentarea in detaliu a cel putin a unui mod de realizare a inventiei cu referire la figuri**

Potrivit inventiei de fata, se prepara un amestec format din pulbere de borura de magneziu si diverse pulberi aditive in proportii cuprinse intre 100 – 90 % si, respectiv, 0 - 10 % in greutate, de exemplu B<sub>4</sub>C. Pulberile se amesteca automat intr-o moara de tip kiln intr-un recipient de plastic cilindric, avand ca elementele de amestecare bile de carbura de wolfram in raport volumic 2:1 (pulbere:bile) cca. 20 ore. O cantitate din amestecul mojarat, de 0,5 g, se incarca intr-un tub (manta) metalic(a) de Ti de 6 mm diametru exterior si 4.5 mm diametru interior intr-o incinta cu atmosfera controlata (suprapresiune de argon puritate 5N, umiditate 0.1 ppm, oxigen 1 ppm). Initial, tubul a fost degazat in vid de 10<sup>-6</sup> mbari, 580 °C, timp de 12 ore. Tubul este inchis la ambele capete prin doua variante: inchidere folosind un surub la capatul deschis (Fig. 1a) sau inchidere prin presare ale capetelor tubului incarcat cu pulbere. Prin metode cunoscute de prelucrarea mecanica prin deformare plastica (extrudare, trefilare, laminare, etc.) se obtine un semifabricat sub forma de fir rotund sau patrat (Fig. 1a-B), de dimensiuni cuprinse intre 0.5 si 2 mm diametru exterior si, respectiv, latura. Apoi, prin laminare repetata sau/si presare statica la 80-150 kN se realizeaza o banda – semifabricat (Fig. 1a-C-E) avand grosimea cuprinsa intre 0.25 si 1.0 mm si latimea pana la 3-5 mm.

Esantioanele (2, 3 buc.) de banda - semifabricat de cca 2-3 cm lungime sunt plasate intr-o matrita de grafit, intre doua straturi (~1mm grosime) realizate din pulbere de BN hexagonal (h-BN) (Fig. 2). Matrita cu pulbere se etaseaza cu doua poansoane din grafit. In jurul incarcaturii (benzile si straturile de h-BN) exista folii de grafit separatoare fata de elementele de grafit ale matritei si a poansanelor. În etapa următoare se introduce matrita intr-o presa hidraulica si se preseaza la 5 kN, cateva zeci de secunde. Dupa depresare se plaseaza ansamblul intr-o instalatie de sinterizare asistata de camp electric (SPS) produsa de FCT Systeme GmbH, Germania. Esantioanele de banda – produs final se obtin urmand un ciclu de incalzire-racire dupa cum urmeaza: viteza de incalzire este de 100 °C /min, durata de sinterizare pe palierul de

1150 °C este de 3 minute, iar racirea se face exponential prin oprirea brusca a curentului, I (Fig. 2), prin ansamblu. În timpul încalzirii se aplică asupra poanoanelor matritei o presiune uniaxială crescătoare ce atinge o valoare maximă de 95 MPa la începutul palierului de la temperatura maximă de procesare. La racire presiunea este scăzută treptat în 5 minute până la ~15 MPa. Atmosfera de sinterizare este de vid (ce variază în timpul procesului între 35 și 60 Pa) realizată dintr-o atmosferă de argon. Încalzirea se obține folosind curenti electrici foarte intensi (peste 1300 A), ce au o componentă continuă peste care se suprapune o componentă pulsată, formată din trenuri de 12 pulsuri de 40 ms cu o pauză de 2 ms între ele. Intensitatea trenurilor pulsate este comparabilă cu intensitatea componentei continue. Regimul de lucru poate fi selectat și adaptat în funcție de tipul de banda (arhitectură, materiale, deformarea plastică, etc).

Extragerea esantioanelor este precedată de scoaterea prin depresare a încarcaturii din matrita de grafit și eliminarea mecanică prin îndepărțarea resturilor din foliile de grafit și razuire usoara a pulberii nesinterizate de h-BN.

Miezul supraconductor a fost caracterizat structural prin difracție de raze X (Bruker-AXS D8 ADVANCE, radiatia CuK<sub>α1</sub>  $\lambda = 1.5406 \text{ \AA}$ ), după ce a fost îndepărtată mantaua metalică prin ‘jupuire’. Conform Fig. 3, materialul este compus din faza principală MgB<sub>2</sub> (supraconductoare), și fazele secundare (MgO, MgB<sub>4</sub>, plus alte faze reziduale, depinzând de aditivii folosiți).

Masurările magnetice (Fig. 4a, 4b) pentru caracterizarea benzilor din Fig. 1b au fost efectuate între 0 – 7 T și 5 – 42 K, folosind un sistem de măsură MPMS (Quantum Design, SUA). Masurările electrice (Fig. 4c) pentru caracterizarea benzilor din Fig. 1b au fost efectuate între 0 – 12 T și 5 – 65 K, folosind un sistem de măsură PPMS (Quantum Design, SUA).

(i) În cazul masurătorilor magnetice pentru determinarea densității critice de curent,  $J_c$ , s-a ocupat o porțiune de banda de cca.  $1.5\text{-}3.0 \times 1\text{-}3 \times 0.4 \text{ mm}^3$ , care a fost fixată în capul de măsură al instalației pe un suport nemagnetic din plexiglas. Campul magnetic a fost aplicat perpendicular pe suprafața cea mai mare a esantionului și a fost variat cu  $0,0005 \text{ T/s}$  în domeniul de măsură corespunzător. Pentru fiecare curba M(B), temperatura a fost fixată cu eroarea de  $0.01 \text{ K}$ . În Fig. 4a este reprezentată densitatea critică de curent ca funcție de campul aplicat la diverse temperaturi. Aceasta este o marime derivată a magnetizării M(B), folosind modelul Bean [C. P. Bean, Phys. Rev. Lett. 8 250 (1962)].

(ii) În cazul măsurării magnetice pentru determinarea temperaturii critice,  $T_c$ , după montarea în MPMS proba a fost adusă la  $5 \text{ K}$ , în camp magnetic nul. De aici a început măsurarea magnetizării ridicând temperatura până la  $42 \text{ K}$  și folosind un camp magnetic static de  $0.01 \text{ T}$ .

(III) În cazul măsurării rezistenței electrice s-a folosit un cap de măsură având 4 contacte. Proba banda – produs finit a fost prinsă cu adeziv criogenic cu secțiunea cea mai mare pe partea centrală a formei discoidale a capului de măsură (puc). Contactele de curent (2) și tensiune (2) pe esantion au fost facute cu pasta de argint, folosind fir de aur de  $0.05 \text{ mm}$  diametru. Apoi, firele au fost lipite cu aliaj comercial de Sn-Pb de contactele pucului. După montarea în PPMS proba a fost adusă la  $5 \text{ K}$ , în camp magnetic nul. De aici a început

masurarea rezistentei ridicand temperatura pana la 65 K si folosind un curent de comanda de 0.001 A. Dupa scaderea temperaturii la 5 K si fixarea unui camp diferit de zero (1 T) s-a reluat masurarea rezistentei electrice incalzind proba pana la 65 K. Ciclul prezentat a fost repetat aplicand campuri magnetice diferite pana la 12 T.

Folosirea benzii se face prin alegerea temperaturii de lucru si fixarea unui camp magnetic ( $B \geq 0$  T), cat si a unui curent electric. Campul magnetic si curentul electric nu vor depasi campul de ireversibilitate si respectiv curentul critic determinate experimental si care depind de tipul de banda. Modificarea campului magnetic sau a curentului se va realiza cu o viteza optima deoarece miscarea liniilor de camp magnetic (salturi) depinde de dinamica acestora in supraconductorul aflat in stare mixta. Miscarea liniilor de camp magnetic produce dispare si deci nu este de dorit in aplicatii. Regimul stabil de functionare al benzii depinde de banda si cerintele de functionare ale aplicatiei si trebuie determinat experimental.

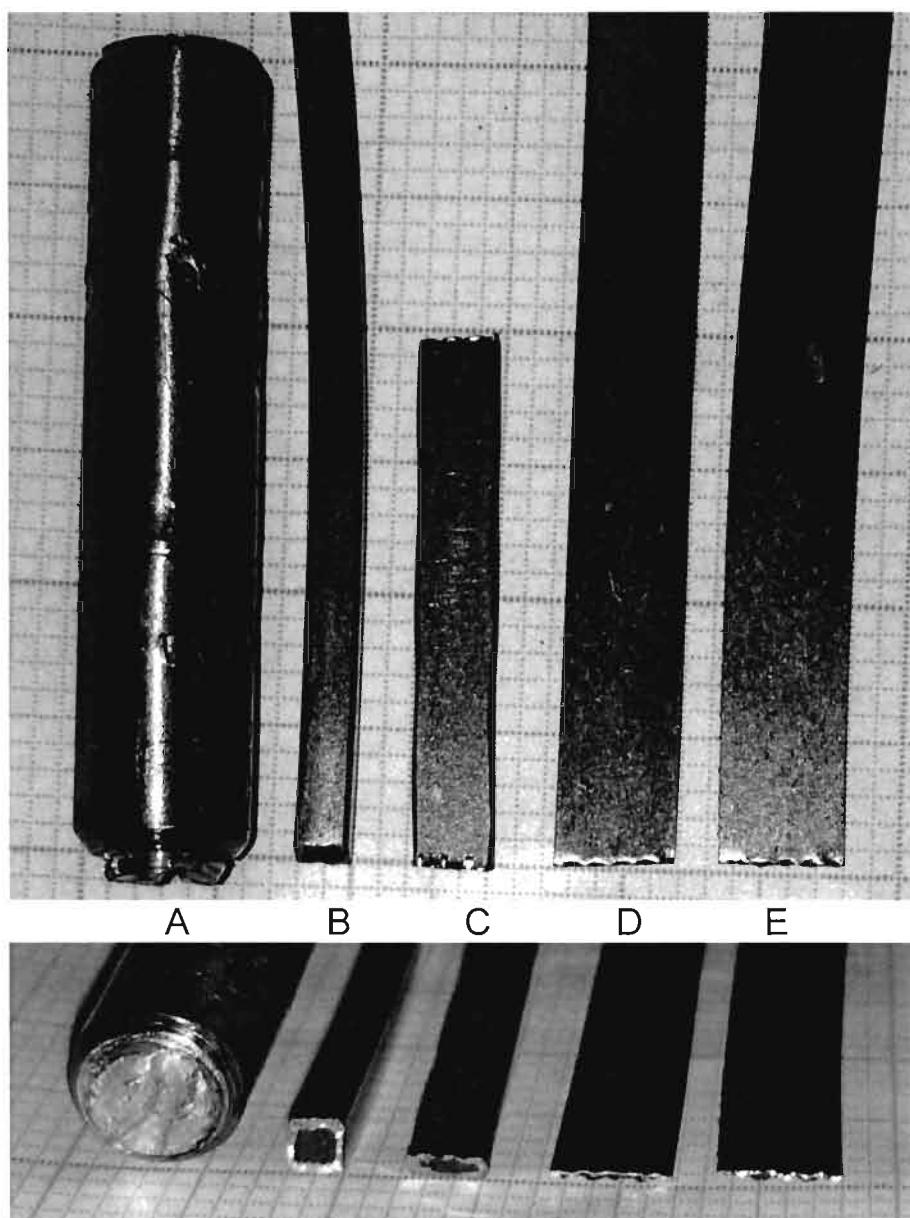
## **6. Modul in care inventia este susceptibila a fi aplicata industrial**

Exemplele de utilizare a benzilor de MgB<sub>2</sub> in teaca metalica sunt multiple [M. Tomsic si colab., International Journal of Applied Ceramic Technology 4 3 (2007)]. Inventia poate fi aplicata industrial pentru a produce continuu benzi lungi prin adaptarea si modificarea acestei metode [P. Badica si colab., Sci Technol Adv. Mater. 12 013001 (2011)].

## Revendicarile inventiei

1. Metoda de procesare a unei benzi pe baza de MgB<sub>2</sub> pur sau aditivat cu diferite adaosuri usoare si in teaca metalica usoara de Ti combinand deformarea plastica si metoda sinterizarii asistate de camp electric intens (SPS/FAST). SPS este realizata (i) utilizand un montaj cu pulbere de h-BN in care sunt imersate firele/benzile-semifabricat, (ii) in vid, (iii) cu viteza de incalzire de 100°C/min, (iv) sub o presiune maxima aplicata de 95 MPa, (v) la o temperatura maxima de 1150°C (vi) mentinuta timp de 3 min.
2. Fir si banda supraconductoare obtinute prin metoda enuntata la punctul 1 si **caracterizate prin aceea ca** sunt alcătuite din:
  - miez supraconductor din MgB<sub>2</sub> pur sau amestecat cu aditivi usori, plasat in
  - tub-manta de Ti prelucrabil mecanic prin deformare plastica in forme de fire si benzi.

Bucuresti-Magurele, 16 August 2017

**Figuri explicative pentru inventie****Fig. 1a.****Fig. 1b**

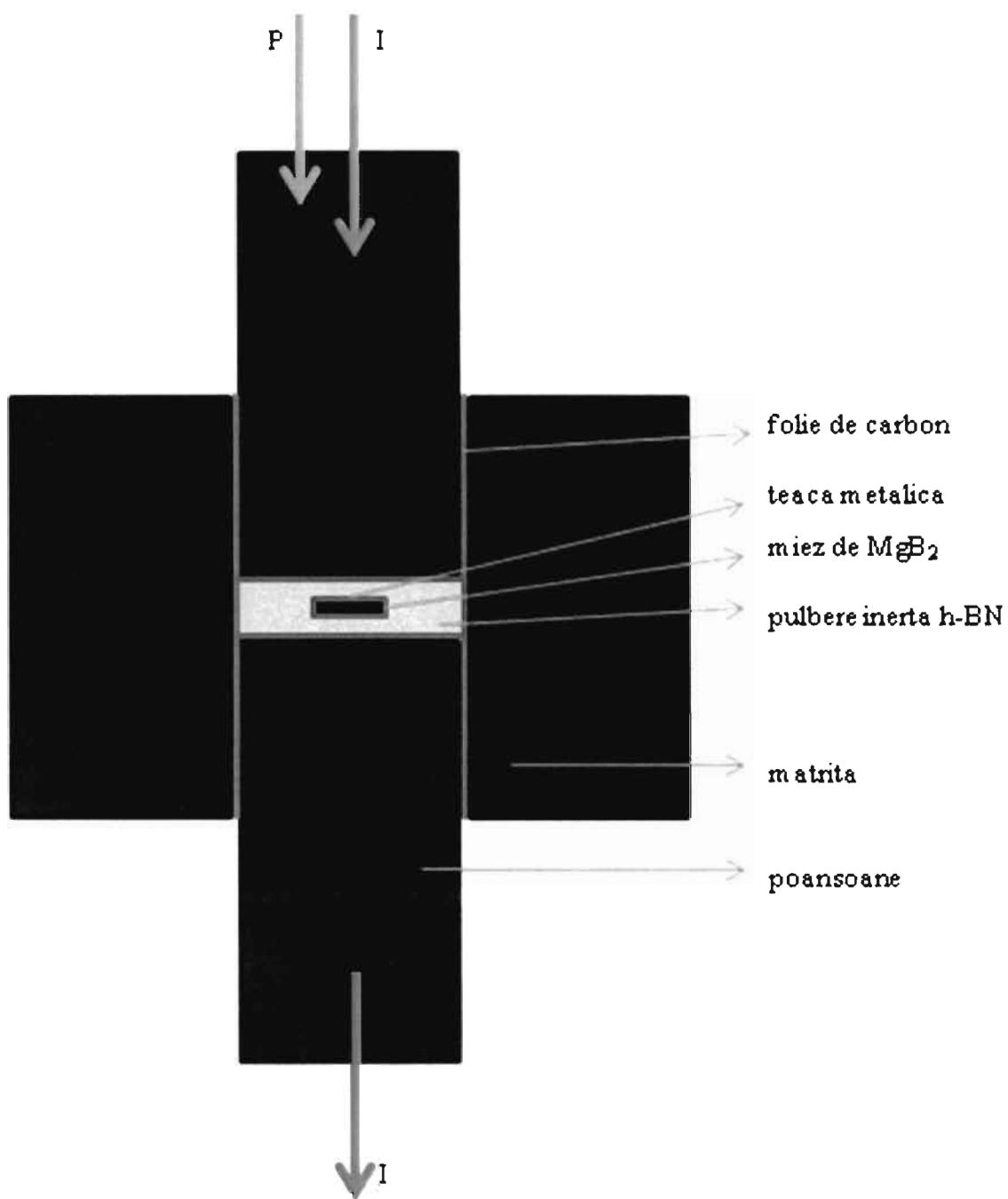
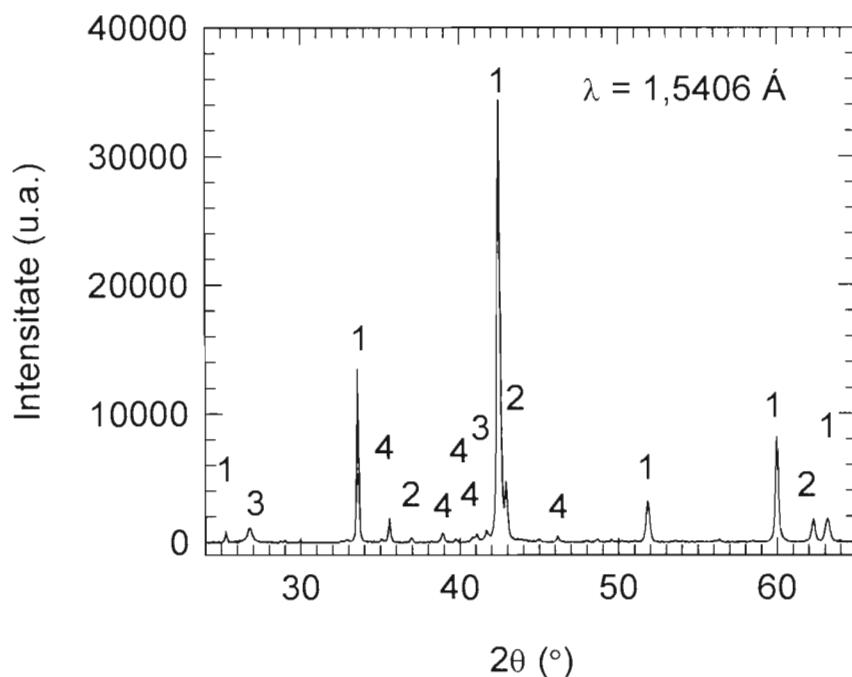


Fig. 2



**Fig. 3.**

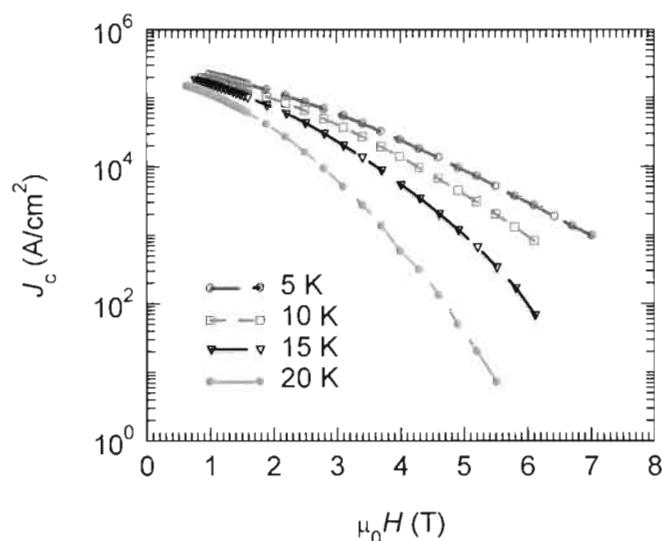


Fig. 4a

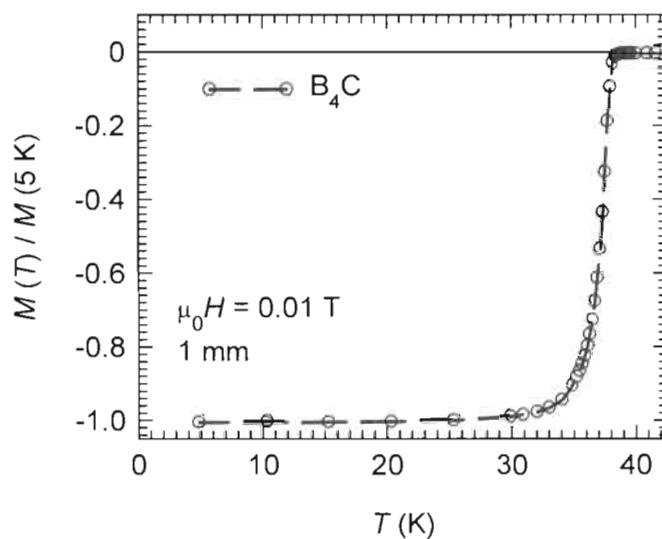


Fig. 4b

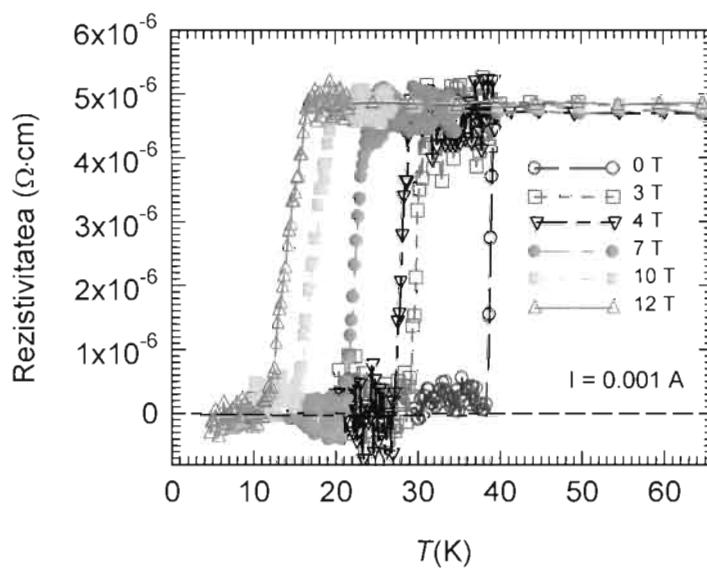


Fig. 4c.