

## PRÍPRAVA PRÁŠKU LiTiZn-FERITU ROZKLADOM Z AMORFNÉHO CITRANOVÉHO PREKURZORA

ANNA GRUSKOVÁ, JOZEF LIPKA\*, IGNÁC TÓTH\*

Katedra teoretickej a experimentálnej elektrotechniky EF SVŠT, Vazovova 5, 812 19 Bratislava  
\*Katedra jadrovej fyziky a techniky EF SVŠT, Vazovova 5, 812 19 Bratislava

Došlo 25. 10. 1983

Príprava feritového prášku z kvapalnej fázy poskytuje lepšiu chemickú homogenitu a dáva možnosť teplotného spracovania pri nižších teplotách než v prípade práškov pripravených keramickou cestou. Východiskový roztok po-zostávajúci zo solí kovových iónov a kyseliny citrónovej odpovedal požadovanému zloženiu LiTiZn feritu s malými prídavkami Mn a Bi. Pri záhreve prebiehala postupne dehydratácia a rozklad amorfného citra nového prekurzora na kryštáliske fázy. Po ukončení rozkladu organických zložiek prášok obsahoval 88,5 % železa vo forme oxidov, hematitu a hlavne spinelu. Ďalším teplotným spracovaním došlo k zániku niektorých fáz na úkor usporiadania spinelového typu.

Mössbauerova spektroskopia a röntgenová difrácia potvrdili, že takto získaný prášok je zmesou Li feritu a hematitu a termogravimetrické merania ukázali, že nad určitou teplotou už nedochádza k úbytku hmotnosti.

### ÚVOD

Magnetické vlastnosti mikrovlnných feritov sú okrem chemického zloženia závislé aj od ich mikroštruktúry. Preto sa hľadajú nové spôsoby prípravy feritových práškov, ktorími by sa dosiahla čo najvhodnejšia mikroštruktúra (tvar, veľkosť zrna, porozita atď.). Technologický postup vychádzajúci z kvapalnej fázy zaručuje lepšiu chemickú homogenitu a vyššiu reaktivitu (zmiešavanie v atomárnej mierke) feritových práškov [1, 2]. Tento postup je založený na vzniku tuhého amorfného prekurzora po dehydratácii roztoku obsahujúceho soli požadovaných katiónov a polyfunkčnú karbonovú kyselinu. Prekurzor sa pri záhreve samovoľne rozkladá na oxidovú formu. Rôzne podmienky, za ktorých prebieha dehydratácia a rozkladný proces, vplývajú na rozptyl v homogenite a na vlastnosti oxidových produktov.

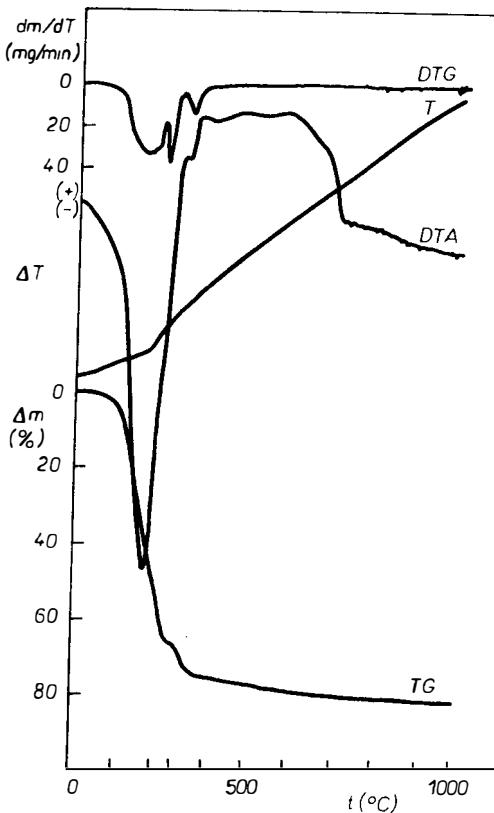
### PRÍPRAVA A POSTUP SKÚMANIA VLASTNOSTÍ FERITOVEDÉHO PRÁŠKU

Vzorky LiTiZn feritového prášku s malými prídavkami mangánu a bizmutu sa pripravili metódou termického rozkladu z amorfnych solí [3, 4, 5]. Východiskovými surovinami boli vodné roztoky  $\text{Fe}(\text{NO}_3)_3 \cdot 9 \text{H}_2\text{O}$ ,  $\text{Zn}(\text{CH}_3\text{COO})_2 \cdot 2 \text{H}_2\text{O}$ ,  $\text{LiNO}_3$ ,  $\text{Mn}(\text{NO}_3)_2 \cdot 6 \text{H}_2\text{O}$ ,  $\text{Bi}(\text{NO}_3)_3 \cdot 5 \text{H}_2\text{O}$ ,  $\text{TiCl}_4$  a kyselina citrónová. Na každý g-ión kovového iónu sa použila 1 g-mol kyseliny citrónovej. Homogénny roztok vytvorený zmiešaním sa odparoval do sucha pri  $109^\circ\text{C}$  v odparovači pod miernym vákuom. Vzorky odobrané v jednotlivých fázach prípravy feritového prášku sme podrobili diferenčnej termickej analýze, termogravimetrii a derivačnej termogravimetrii. Fázová analýza vzoriek sa uskutočnila pomocou Mössbauerovej spektroskopie.

Vzorka označená  $F_{1a}$  bola odobraná pri zmene roztoku na viskóznu masu červenohnedého sklovitného vzhľadu, ďalšia vzorka  $F_{1b}$  sa odobrala pri teplote 230 °C. Rozklad prášku, ktorý sa získal rozdrtením a preosiatim amorfného prekurzora, prebiehal na hliníkovej podložke vyhrievanej infražiaričmi. Asi po hodinovom zahrievaní prášok sčernal. Vtedy sa odobrala vzorka  $F_{1c}$  (270 °C). Počas rozkladu teplota v priebehu 10 až 15 min stúpla na cca 410 °C. Vtedy dochádzalo k úniku splodín kyseliny citrónovej ( $\text{CO}_2$ ,  $\text{CO}$ ,  $\text{H}_2\text{O}$ ) a pyrolytickými reakciami vznikalo aj malé množstvo elementárneho uhlíka. V tomto štádiu čierny prášok postupne menil farbu cez šedobielu a po prehorení na červenohendú. Potom začala teplota klesať a asi po 30 min chladnutia sa odobrala vzorka označená  $F_2$ . Prášok sa ďalej kalcinoval v komorovej peci pri teplote 650 °C a izotermickej výdrži 2 h. Teplota bola zvolená na základe údajov uvedených v [6] a odobratá vzorka bola označená  $F_3$ .

Vzorky, odobraté pri teplotách 109, 230, 270, 410 a 650 °C sa preosiali cez sito s veľkosťou oka 40  $\mu\text{m}$  a takto pripravené sa merali na derivatografe a Mössbauerovom spektrometri.

Merania diferenciálnej termickej analýzy, termogravimetrie a derivačnej termogravimetrie vzoriek sa vykonali na derivatografe maďarskej výroby typ OD-102.



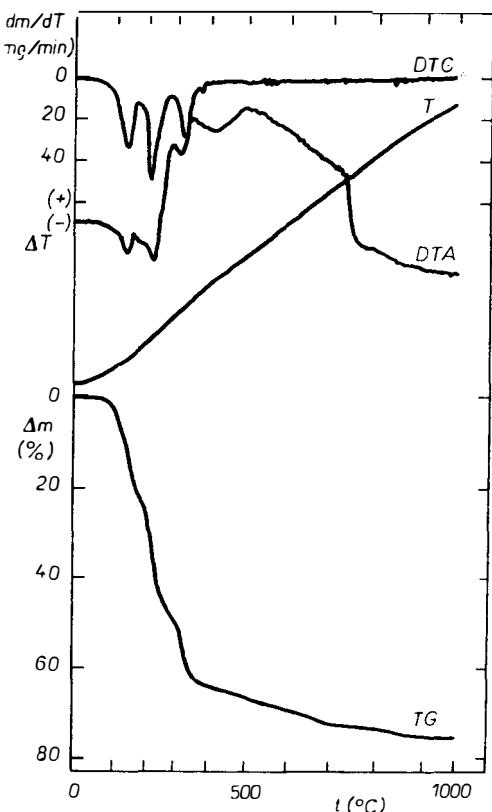
Obr. 1. Termozážnam vzorky  $F_{1a}$  odobratej pri teplote 109 °C.

Rýchlosť ohrevu bola  $10\text{ }^{\circ}\text{C min}^{-1}$ , meralo sa bez ochranej atmosféry, v kelímku z  $\text{Al}_2\text{O}_3$  s návažkom 600 mg.

Mössbauerovu spektroskopiu sme použili na zistenie fázového zloženia zlúčenín obsahujúcich železo. Pre meranie Mössbauerových spektier sme použili spektrometer (KFKI, typ NTA-255, MLR), ktorý pracuje v režime konštantného zrýchlenia. Maximálna veľkosť zdroja voči absorbátoru bola  $10,5\text{ mm s}^{-1}$ . Zdroj gama žiarenia bol  $^{57}\text{Co}$  v Rh matrici.

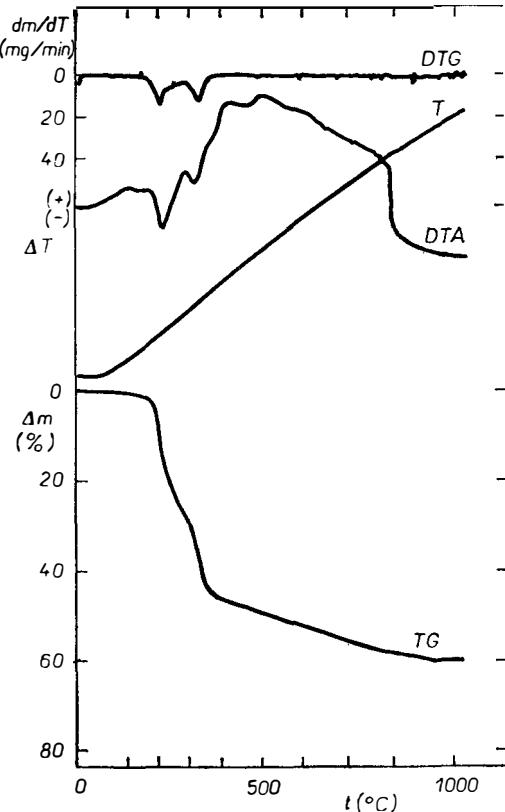
### DISKUSIA

TermozáZNAM z derivatografu vzorky  $F_{1a}$  je na obr. 1. Na snímanej termogravimetrickej krivke (TG) je vidieť výrazný úbytok hmotnosti. V rozsahu teplôt od 100 do  $280\text{ }^{\circ}\text{C}$  je tento úbytok až 74,2 %. Úbytok hmotnosti sa môže prisúdiť strate hydrátovej vody a tiež rozkladu dusičnanov. Od teploty  $340\text{ }^{\circ}\text{C}$  do  $860\text{ }^{\circ}\text{C}$  sa hmotnosť znížila len o 7,6 %. Pri ďalšom vzostupe teplôt nedochádzalo už k úbytku hmotnosti, čo odpovedá ukončeniu tvorby oxidových fáz. Na obr. 1 sú naviac uvedené krvky z derivačnej termogravimetrie (DTG) a diferenčnej ter-



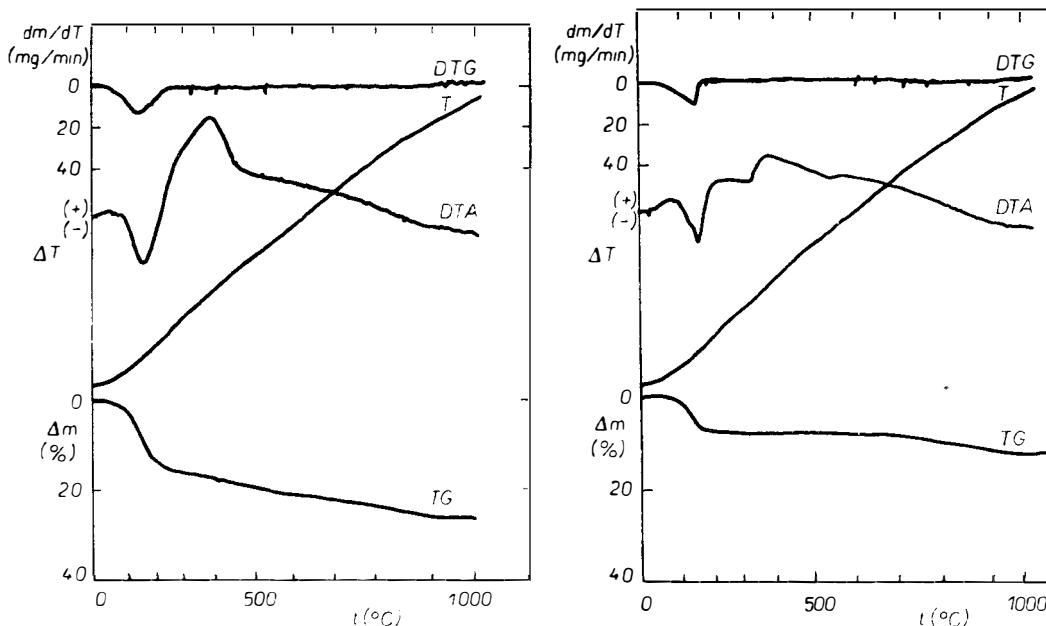
Obr. 2. TermozáZNAM vzorky  $F_{1b}$  odobratej pri teplote  $230\text{ }^{\circ}\text{C}$ .

Obr. 3. TermozáZNAM vzorky  $F_{1c}$  odobratej pri teplote  $270\text{ }^{\circ}\text{C}$ .



mickej analýzy (DTA). Na krvke DTA sa pri teplotách 140 °C a 320 °C prejavuje výrazný endotermický efekt. Rozmedzie teplôt 290 °C až 700 °C sa ľahko interpretuje, nakoľko sa tu prekrýva súčasne niekoľko prebiehajúcich dejov, ako rozklad organickej zložky kyseliny, horenie, odparovanie rozkladných produktov atď.

Termozáznamy na obrázkoch 2, 3, 4 a 5 odpovedajú vzorkám  $F_{1b}$ ,  $F_{1c}$ ,  $F_2$  a  $F_3$  a ich kvantitatívne vyhodnotenie je zhrnuté v tabuľke I. Výrazný úbytok hmotnosti na krvkách TG a endotermický efekt na krvkách DTA pri teplotách cca 130 °C sú pravdepodobne ovplyvnené reakciou vzoriek so vzdušnou vlhkosťou.



Obr. 4. Termozáznam vzorky  $F_2$  odobratej pri teplote 410 °C.

Obr. 5. Termozáznam vzorky  $F_3$  odobratej pri teplote 410 °C a kalcinovanej pri 650 °C s izotermickou výdržou 2 h.

So stúpajúcou teplotou spracovania sa prejavuje pokles hmotnosti, čo nasvedčuje, že dochádza k dotváraniu oxidovej fázy. Sledovanie priebehu TG krvky u vzorky odobratej pri teplote 650 °C poukazuje na to, že v rozmedzí teplôt 650 až 860 °C ešte dochádza k čiastočnému úbytku hmotnosti, a preto bude potrebné uvedenú oblasť podrobne analyzovať.

Endotermický efekt, ktorý sa môže pripísat úniku fyzikálne a chemicky viazanej vody a rozklad dusičnanov, sa prejavil na priebehoch DTA v intervale teplôt 140—320 °C. Od teplôt 240 do 860 °C dochádza k rozsiahlej exotermickej zmene.

Celý experimentálny postup prípravy feritových práškov sme sledovali aj meraním Mössbauerových spektier od východiskového roztoku až po kalcináciu pri 650 °C.

Tabuľka I

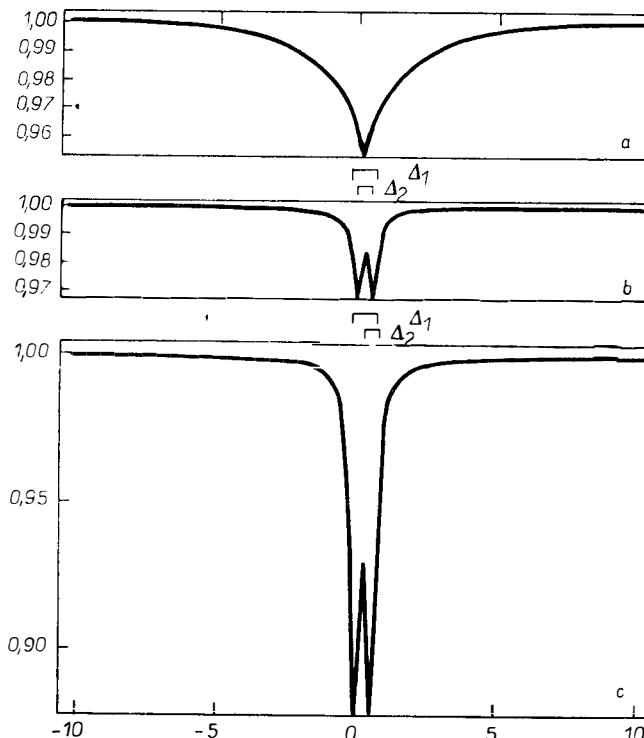
Kvantitatívne vyhodnotenie kriviek TG odpovedajúce vzorkám  $F_{1a}$ ,  $F_{1b}$ ,  $F_{1c}$ ,  $F_2$ ,  $F_3$ .

Vzorka	Teplota odobratia (°C)	Teplotný interval (°C)	Hmotnostný úbytok (%)
$F_{1a}$	109	100—280 340—860 nad 860	74,2 7,6 —
$F_{1b}$	230	100—350 350—890 nad 890	63,0 12,8 —
$F_{1c}$	270	180—350 350—870 nad 870	45,0 15,0 —
$F_2$	410	90—220 220—910 nad 910	15,3 10,8 —
$F_3$	650	100—180 180—930 nad 930	7,5 5,5 —

Mössbaeurove spektrum východiskovej zložky obsahujúcej železo  $\text{Fe}(\text{NO}_3)_3 \cdot 9 \text{H}_2\text{O}$  je na obr. 6a. Spektrum je tvorené jednou výrazne rozšírenou čiarou, čo je typické relaxačné spektrum (dôsledok spin—spinovej a spin—mriežkovej relaxácie) zlúčenín daného typu. Mössbauerove spektrá vzorky  $F_{1a}$  (109 °C) a vzorky  $F_{1b}$  (230 °C) sú na obr. 6b a 6c. Spektrá sme interpretovali ako superpozíciu dvoch kvadrupólov  $\Delta_1$ ,  $\Delta_2$ , ktoré svojimi parametrami (izomerným posunom a kvadrupólovým rozštiepením) jednoznačne odpovedajú trojmocnému železu v hydroxidových a amorfnych zlúčeninách. Pri teplote 270 °C (vzorka  $F_{1c}$ , obr. 7a) sa v spektri okrem kvadrupólu  $\Delta_1$ ,  $\Delta_2$  objavuje kvadrupól  $\Delta_3$ , ktorý odpovedá dvojmocnému železu. Prítomnosť dvojmocného železa vo vzorke poukazuje na začiatok rozkladu organických zložiek zmesi.

Mössbauerove spektrum vzorky  $F_2$  odobratej po ďalšom stupni rozkladu pri teplote 410 °C je na obr. 7b. Zložitosť nameraného spektra poukazuje na prítomnosť väčšieho počtu pozícií železa v rôznych kryštalografických polohách. Spektrum sa dá analyzovať ako superpozícia ôsmych sextetov s rôznymi hyperjemnými poliami,  $H_1$  až  $H_8$ , a dvoch kvadrupólov  $\Delta_1$  a  $\Delta_2$ . Kvadrupóly  $\Delta_1$  a  $\Delta_2$  s celkovým relatívnym obsahom 11,5 % majú rovnaké hodnoty parametrov ako u predchádzajúcej vzorky. To nasvedčuje tomu, že pri danej teplote nedochádza k úplnému rozkladu amorfnej zložky. Zbytok železa (88,5 %) sa vo vzorke vyskytuje vo forme oxidov, pričom zložky hyperjemných polí svojimi parametrami odpovedajú hematitu a železu umiestnenému v spinelovej mriežke. Vzhľadom na značný rozptyl hodnôt hyperjemných polí nie je možné vylúčiť prítomnosť niektorých hydroxidov prípadne magnetitu, t. j. defektného spinelu  $\text{Fe}_3\text{O}_4$ , ktorý sa pri vyššej teplote ľahko rozkladá na hematit ( $\alpha\text{-Fe}_2\text{O}_3$ ) [7].

Mössbauerove spektrum vzorky  $F_3$  (odobratej po rozklade pri teplote  $650\text{ }^{\circ}\text{C}$  a izotermickej výdrži 2 h) je uvedené na obr. 7c. I bez podrobnej analýzy vidieť, že v porovnaní s predchádzajúcou vzorkou obsahuje menej fáz. Spôsobené je to pravdepodobne tým, že pri vyššej teplote výpalu dochádza k zániku niektorých fáz na úkor usporiadania spinelového typu. Toto spektrum sa môže interpretovať ako superpozícia kvadrupólu  $\Delta_2$  a siedmych sextetov s  $H_1-H_7$ .



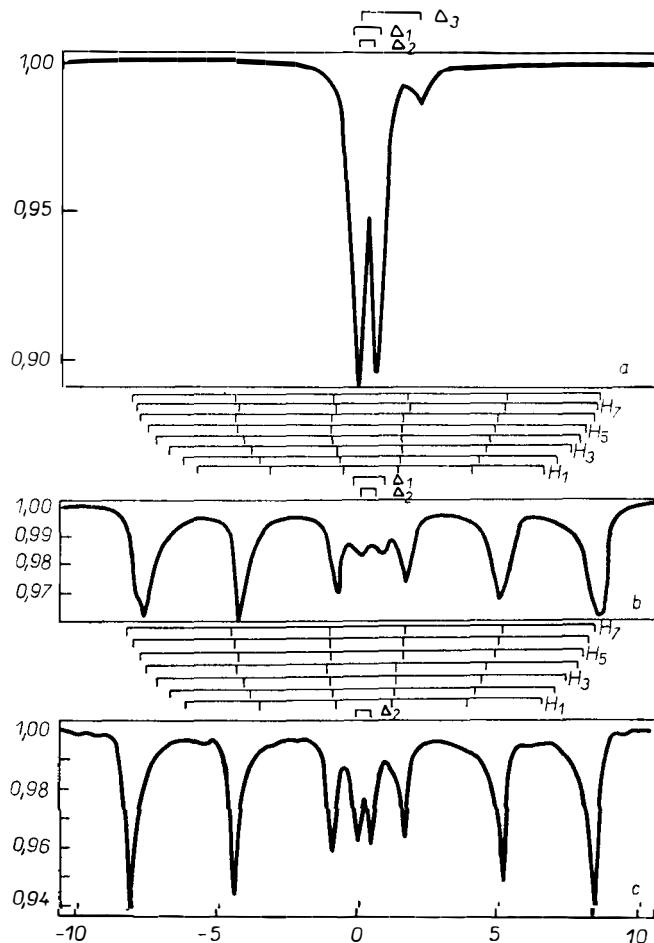
Obr. 6. Mössbauerove spektrá. Východisková zložka obsahujúca železo  $\text{Fe}(\text{NO}_3)_3 \cdot 9\text{ H}_2\text{O}$  (a); vzorka  $F_{1a}$  (b); vzorka  $F_{1b}$  (c);

Hodnoty parametrov (izomerného posunu, kvadrupólového rozštiepenia, efektívnych magnetických polí) a ich rozptyl nasvedčuje, že železo sa vo vzorke vyskytuje jednak v pôvodnej amorfnej fáze ( $\Delta_2$ ), v hematite a v spinelovej fáze.

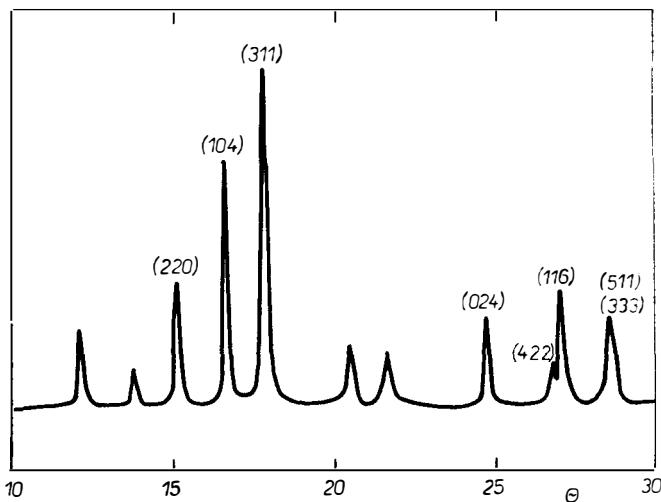
Z porovnania spektier odobratých po rozklade pri  $410\text{ }^{\circ}\text{C}$  a  $650\text{ }^{\circ}\text{C}$  viďieť, že vzorka pri  $650\text{ }^{\circ}\text{C}$  obsahuje takmer dvojnásobné množstvo hematitu. Pravdepodobne to spôsobuje prostredie s prebytočným obsahom kyslíka. Z poznatkov uvedených v tejto práci možno usúdiť, že dané teploty a doby trvania rozkladu nie sú postačujúce na vznik požadovanej jednofázovej spinelovej štruktúry.

Skutočnosť, že vzorka pri teplote  $650\text{ }^{\circ}\text{C}$  je zmesou Li feritu a  $\text{Fe}_2\text{O}_3$ , potvrdila aj röntgenová difrakcia, záznam uvedený na obr. 8.

*Príprava prášku LiTiZn-feritu rozkladom z amorfného citranového prekurzora*



Obr. 7. Mössbauerove spektá. Vzorka  $F_{1c}$  (a); vzorka  $F_2$  (b); vzorka  $F_3$  po kalcinácii  $650\text{ }^\circ\text{C}/2\text{ h}$  (c).



Obr. 8. Röntgenový difrákčný záznam. Vzorka  $F_3$  po kalcinácii  $650\text{ }^\circ\text{C}/2\text{ h}$ .

## ZÁVER

Preskúmala sa možnosť prípravy LiTiZn feritového prášku mokrou (chemickou) cestou, ktorá poskytuje v porovnaní s keramickou metódou viaceré výhody. Metódami diferenčnej termickej analýzy, termogravimetrie a derivačnej termogravimetrie sme sa pokúsili objasniť procesy dehydratácie, rozkladu dusičanov a deštrukciu organickej kyseliny pri teplotách 109, 230, 270, 410 a 650 °C. Zistili sme, že hmotnosťný úbytok pri teplote 109 °C sa pohybuje v intervale od 74,2 do 81,8 %, pri teplote 650 °C od 7,5 do 13,0 % a nad teplotou 930 °C už k úbytku hmotnosti nedochádza. Analýza výsledkov Mössbauerovej spektroskopie ukázala, že feritový prášok pripravený uvedeným spôsobom obsahuje pri teplote 650 °C až 85,5 % spinelovej fázy a hematitu.

Z porovnania priebehov kriviek DTA u vzorky pripravenej mokrou cestou a vzorky pripravenej keramickou cestou vidieť, že k teplotnému spracovaniu feritového prášku prvým spôsobom postačuje až o 200 °C nižšia teplota [8].

Naviac u tohto spôsobu prípravy nie je potrebné mletie, čo predstavuje význačný energetický zisk.

## Literatúra

- [1] Johnson D. W., Jr.: Am. Cer. Soc. Bull. 60, 221 (1981).
- [2] Johnson W. and Gallagher P. K.: *Processing Before Firing*, str. 125, red. G. J. Onoda Jr. and L. L. Hench, Wiley & Sons, New York 1978.
- [3] Marcilly C., Court P., Delmon B.: J. Am. Cer. Soc. 53, 56 (1970).
- [4] Lal R., Ramakrishnan, P.: Trans. Ind. Cer. Soc. 38, 166 (1979).
- [5] Koppens L.: *Science of Ceramics* 8, 101. British Ceramic Society, Stoke-on-Trent, 1976.
- [6] Court P., Ajot H., Marcilly Ch., Delmon B.: Powder Technology 7, 21 (1973).
- [7] Baškirov Š., Liberman A. B., Sinjavskij V. J.: *Magnitnaja mikrostruktura ferritor*, str. 154, Izdatelstvo Kazanskogo universiteta, Kazaň 1978.
- [8] Grusková A.: Písomná minimová práca, KTEE, EF SVŠT, Bratislava 1982.

## ПОЛУЧЕНИЕ LiTiZn ФЕРРИТОВОГО ПОРОШКА РАЗЛОЖЕНИЕМ ИЗ ЦИТРАТОВОГО ПРЕКУРЗОРА

Анна Грускова, Йозеф Липка\*, Игнац Тот\*

Кафедра теоретической и экспериментальной электротехники ЭФ  
Словацкого политехнического института, 812 19 Братислава

\* Кафедра ядерной физики и техники ЭФ  
Словацкого политехнического института, 812 19 Братислава

Исследуется возможность получения LiTiZn ферриотового порошка мокрым (химическим) путем. В предлагаемой работе рассматривается дегидратация растворов, содержащих лимонную кислоту и соли металлов, прежде всего нитратов, и их разложение. На основании термогравиметрических измерений нельзя заметить дефект массы, когда температура достигает 930 °C, что является свидетельством оконченного образования окислов. Процесс разложения цитратового прекурсора при 109, 230, 270, 410 и 650 °C исследовался с помощью спектроскопии Мессбауера, показывающей, что начало образования магнитной фазы имеется при температуре 410 °C. Ферритовый порошок, полученный при 650 °C, содержит приблизительно 85,5 % спинельной фазы и гематита. Из сопоставления полученных термограмм следует, что температуры до 650 °C и время разложения 2 часа оказываются недостаточными для образования спинельной структуры.

*Príprava prášku LiTiZn-feritu rozkladom z amorfného citranorého prekurzora*

- Рис. 1. Термограмма пробы  $F_{1a}$ , взятой при температуре  $109^{\circ}\text{C}$ .  
Рис. 2. Термограмма пробы  $F_{1b}$ , взятой при температуре  $230^{\circ}\text{C}$ .  
Рис. 3. Термограмма пробы  $F_{1c}$ , взятой при температуре  $270^{\circ}\text{C}$ .  
Рис. 4. Термограмма пробы  $F_2$ , взятой при температуре  $410^{\circ}\text{C}$ .  
Рис. 5. Термограмма пробы  $F_3$ , взятой при температуре  $410^{\circ}\text{C}$  и кальцированной при температуре  $650^{\circ}\text{C}$  с изотермической выдержкой 2 часа.  
Рис. 6. Спектры Мессбауера. Исходная составная часть, содержащая железо  $\text{Fe}(\text{NO}_3)_3 \cdot 9\text{H}_2\text{O}$  (а); пробы  $F_{1a}(b)$ ; пробы  $F_{1b}(c)$ .  
Рис. 7. Спектры Мессбауера. Проба  $F_{1c}(a)$ ; проба  $F_2(b)$ ; проба  $F_3$  после кальцинирования  $650^{\circ}\text{C}/2$  часа (с).  
Рис. 8. Рентгеновская дифракционная запись. Проба  $F_3$  после кальцинирования  $650^{\circ}\text{C}/2$  часа.

THE PREPARATION OF LiTiZn FERRITE POWDER BY

THE DECOMPOSITION OF AN AMORPHOUS CITRATE PRECURSOR

Anna Grusková, Jozef Lipka\*, Ignác Tóth\*

Department of Theoretical and Experimental Elektrotechnics, Slovak Technical University,  
 $812\ 19$  Bratislava

\*Department of Nuclear Physics and Technology, Slovak Technical University, 812 19 Bratislava

The possibility of the preparation the LiTiZn ferrite powder by the wet (chemical) method was reconsidered. The paper concerns the dehydration of solutions containing citric acid and metal salts, preferably nitrates and their decomposition. According to thermogravimetical measurements the mass losses are not detectable as the temperature reaches  $930^{\circ}\text{C}$  thus indicating termination of the oxides formation. The decomposition of the citric precursor at  $109$ ,  $230$ ,  $270$ ,  $410$  and  $650^{\circ}\text{C}$  was investigated by Mössbauer spectroscopy analysis which showed the beginning of the magnetic phase formation at  $410^{\circ}\text{C}$ . The ferrite powder obtained at  $650^{\circ}\text{C}$  contains about 85,5 % of the spinel phase and hematite. From the comparison of the thermograms obtained it follows that temperatures up to  $650^{\circ}\text{C}$  and decomposition times  $\leq 2$  hours are not sufficient for the formation of the single phase spinel structure.

Fig. 1. The thermogramm of specimen  $F_{1a}$  withdrawn at  $109^{\circ}\text{C}$ .

Fig. 2. The thermogramm of specimen  $F_{1b}$  withdrawn at  $230^{\circ}\text{C}$ .

Fig. 3. The thermogramm of specimen  $F_{1c}$  withdrawn at  $270^{\circ}\text{C}$ .

Fig. 4. The thermogramm of specimen  $F_2$  withdrawn at  $410^{\circ}\text{C}$ .

Fig. 5. The thermogramm of specimen  $F_3$  withdrawn at  $410^{\circ}\text{C}$  and calcined at  $650^{\circ}\text{C}$  for 2 h.

Fig. 6. Mössbauer spectra. The starting component contained iron  $\text{Fe}(\text{NO}_3)_3 \cdot 9\text{H}_2\text{O}$  (a); specimen  $F_{1a}(b)$ ; specimen  $F_{1b}(c)$ .

Fig. 7. Mössbauer spectra. Specimen  $F_{1c}$  (a); specimen  $F_2$  (b); specimen  $F_3$  after presintering at  $650^{\circ}\text{C}$  for 2 h (c).

Fig. 8. X-ray diffraction pattern. The specimen  $F_3$  after presintering at  $650^{\circ}\text{C}$  for 2 h.

V časopise Sdělovací technika č. 3, r. 1983, s. 93 je uveřejněn článek autorů Ing. Zdeňka Provažnská a Ing. Stanislava Snopka „ČÍSLICOVÝ DETEKTOR SPALITELNÝCH LÁTEK s měřicím zesilovačem AS 526“. Autoři popisují funkci i konstrukční řešení přenosného číslicového detektoru spalitelných látek (nedopalu), určeného ke kontrole spalovacích procesů ve sklářských tavicích pecích. Přístroj umožňuje velmi rychle a operativně zjistit celkový obsah nespálených plynných složek ve spalinách a uskutečnit včasný regulační zásah na hořáčích. Přístroj splnil všechny požadavky kladené na něj při jeho návrhu, tj. jednoduchost, snadná obsluha, minimální údržba a spolehlivá funkce v náročných provozních podmínkách. Podle sdělení autorů přístroj plně nahradil dosud používané Orsatovy přístroje.

Kasa

Vernante Pennitalia pobočka americké PPG Industries dala do provozu v Salermu v Itálii linku na výrobu plaveného skla. Vyrábí se na ní stavební a automobilové sklo v množství 100 t denně. Je to již druhá linka na výrobu plaveného skla této firmy v Itálii.

V závodě Bridgend v jižním Walesu v Anglii patřící firmě Sony bude zdvojnásobena výroba baněk pro barevnou televizi na 240 tisíc kusů ročně. Baňkami budou zásobovány závody firmy Sony na výrobu obrazovek v Anglii a v NSR.

Firma Pilkington zrušila výrobu optického vlákna v závodě St Asaph a bude vyrábět finančně pro ni výhodnejší kabely a systémy s optickými vlákny. Optické vlákno bude nyní nakupovat ve Francii za třetinu svých výrobních nákladů.

*Staněk*

**NOVÁ GENERÁCIA ŽIARUVZDORNÝCH HMOT.** Nové vylepšené vláknité materiály boli rozpracované vo firmách Lockheed a NASA. Sú to trojzložkové kompozitné materiály. Spoločnosť Lockheed vyuvinula materiál HTP (high thermal performance) a skladá sa z vláken vysokočistého  $\text{SiO}_2$ ,  $\text{Al}_2\text{O}_3$  a  $\text{BN}_3$ . Kompozit má  $2-3 \times$  vyššiu pevnosť v ohybe ako vláknitý  $\text{SiO}_2$ , pričom hustota je o 10 % nižšia. Pracovná teplota materiálu je 1 412 °C, krátko-dobo môže byť materiál vystavený i vyšej teplote.

Spoločnosť NASA vyuvinula FRCI — 12, ktorý je zložený z vláken  $\text{SiO}_2$ , vláken bôrokremi-SiC a iC. Hustota materiálu je 309,5—332 kg/m<sup>3</sup>, kritická pevnosť je 4 690—10 140 kPa. Obsah kriostabalitu < 10 %. Weinbullova analýza kritickej pevnosti označila pravdepodobnosť zlýhania materiálu pod pevnosť 4 480 kPa hodnotou 1,5 %.

Ceram. Eng. Sci. Prog. 1983, 4 (7—8).

*I. Vojtaššák*

**VÝVOJ VĚDY A TECHNOLOGIE HYDRAULICKÝCH POJIVŮ DO ROKU 2000.** Konferenci na toto téma uspořádala Royal Society of London 16. a 17. února 1983 v Londýně. Cílem bylo předpovědět směry výzkumu a vývoje ve výrobě a zpracování cementu. Ukázalo se, že praxe žádá vyřešení tří hlavních úkolů:

1. Zdokonalit dnešní způsoby výroby a zpracování slínku tak, aby se lépe využilo jeho hydraulických schopností.

2. Využít ve výrobě a zpracování cementu pevných průmyslových odpadů, zejména popílků a sádrovců, které ničí naše životní prostředí.

3. Vyvinout na bázi portlandského slínku nové materiály, které by měly takové vlastnosti, aby nahradily jiné konstrukční materiály, zejména kovy, jejichž výroba je náročnejší z hlediska surovin a energie.

Všichni účastníci se shodli na tom, že vyřešení těchto problémů je možné, dokonce nadějně, že však výzkum v této oblasti má dosud většinou charakter soustavných empirických zkoušek, které nepřispívají k pochopení podstaty jevů využívaných při zpracovávání pojiv. Pokrok lze očekávat až tehdy, bude-li objasněna podstata procesu zpevňování pojiv a jejich pevnosti.

V řadě referátů vynikajících odborníků byl vyložen současný stav poznání těchto problémů a rozporu v názorech, které dosud existují. Současně byly ukázány v praxi využité úspěchy, kterým bylo dosaženo díky pokroku v základním výzkumu.

Je to především vývoj nových materiálů, který se snaží o zvýšení lomové houževnatosti a pevnosti v tahu. Sleduje několik cest:

1. Vývoj materiálů kompozitních s cementovou matricí a vláknitou výztuží.

2. Materiálů označovaných MDF (Macro Defect Free), neobsahujících makroskopické po-ruchy zejména velké pory, které jsou hlavní příčinou nízké pevnosti a houževnatosti betonu.

3. Materiálů se sníženou porozitou a optimálním rozdelením velikostí pórů označovaných DSP (Densified Systems containing homogeneously arranged ultrafine Particles), které jsou připravovány tuhnutím suspenze cementu, v níž větší část prostoru mezi zrny vyplňují kulové částice ultrajemného nekrystalického  $\text{SiO}_2$  (0,1  $\mu\text{m}$ ), nahražující vodu. Při použití vhodné ztekující příměsi jsou takové suspenze dobře tvarovatelné, poněvadž je však jejich vodní součinitel nízký, dosahují po ztvrdnutí vysokých pevností a znamenitě odolnosti vůči korozi.

Všechny tři způsoby byly realizovány v praxi a lze očekávat jejich další slabý vývoj.

*Šatava*