Uticaj mehani ke aktivacije na sistem MgO-Al₂O₃-SiO₂ u prisustvu aditiva TeO₂

SUZANA Ž. FILIPOVI, Institut tehni kih nauka SANU, Beograd NINA N. OBRADOVI, Institut tehni kih nauka SANU, Beograd NATAŠA G. OR EVI , Institut za tehnologiju nuklearnih i 621.762:549.632 drugih mineralnih sirovina, Beograd DARKO A. KOSANOVI, Institut tehni kih nauka SANU, Beograd DOI: doi:10.5937/tehnika1606797F SMILJA B. MARKOVI, Institut tehni kih nauka SANU, Beograd MIODRAG N. MITRI, Univerzitet u Beogradu, Institut "Vin a", Beograd VLADIMIR B. PAVLOVI , Institut tehni kih nauka SANU, Beograd

> Ova istraživanja posve ena su uticaju mehani ke aktivacije na strukturu kordijeritne smeše $2MgO+2Al_2O_3+5SiO_2$. Pra ena su i testirana dva paralelna sistema, jedan bez, i drugi u prisustvu 5 masenih % TeO₂ kao aditiva. Mehani ka aktivacija prahova vršena je u visoko energetskom mlinu sa kuglama u vremenskom intervalu od 0 do 40 minuta. Tokom aktivacije došlo je do reakcije polaznih komponenti u vstvoj fazi, pri emu su nastala intermedijarna jedinjenja. Metoda rendgenske difrakcije je koriš ena radi identifikacije faznog sastava tokom reakcije, dok su SEM i PSA metode koriš ene za pra enje promene morfologije mehani ki tretiranih prahova. Cilj aktivacije polaznih prahova je sniženje temperature i mogu nost da se skrati vreme trajanja procesa sinterovanja u postupku dobijanja krajnjeg proizvoda.

Klju ne re il mehani ka aktivacija, rendgenska difrakcija, kordijerit, TeO₂

1. UVOD

Mehani ka aktivacija je tehnika pogodna za ultra fino mlevenje polaznih prahova kao uvodna priprema za sintezu razli itih vrsta materijala [1]. Mehani ka aktivacija uti e na fizi ka, hemijska i fizi ko-hemijska svojstva materijala usled unošenja mehani ke energije [2]. Prilikom mehani ke aktivacije dolazi, ne samo do usitnjavanja polaznih prahova, ve i do porasta ukupne slobodne energije sistema i unutrašnje energije materijala, promena u kristalnoj rešetki, faznih transformacija, a može do i i do hemijskih reakcija [3-5] i stvaranja kona nog proizvoda, ili pak intermedijarnih jedinjenja, koji u narednom stepenu obrade dovode do finalnog proizvoda. Pri tome se, kada je slede i stupanj reakcije proces sinterovanja, temperatura sinterovanja zna ajno snižava, a vreme koje je potrebno za dobijanje željenog materijala skra uje. Ipak, priroda ovih modifikacija nije baš najbolje objašnjena. Glavni razlog za to je u prirodi disperznih sistema, koja je specifi na i multiparametarska.

Uticaj mehani ke aktivacije na razli ite oksidne sisteme je prou avan u literaturi [2, 4] ali uglavnom sa stanovišta promene parametara procesa i mehanizma tokom reakcija u vrstoj fazi tokom daljeg termi kog tretmana, kao i utvr ivanja optimalnih parametara sinteze kombinovanom primenom mehani ke aktivacije i sinterovanja [6-8].

Kordijerit (2MgO+2Al₂O₃+5SiO₂) je kerami ki materijal koji se primenjuje u uslovima temperaturnih šokova [9-19]. Ima nisku dielektri nu konstantu (~5), nizak koeficijent širenja (20·10⁻⁷ °C⁻¹), i koristi se kao nosa elektri nih komponenti. Dodatkom aditiva i mehani kom aktivacijom, uti e se na proces sinterovanja. Polaznoj smeši se dodaju aditivi u cilju sniženja temperature sinterovanja, ubrzanja procesa dobijanja kona nog proizvoda i dobijanja proizvoda željenih karakteristika. U polaznu kordijeritnu smešu je dodato 5 masenih % TeO₂. Pra ena su i testirana dva paralelna sistema, jedan bez, i drugi u prisustvu TeO2. Mehanika aktivacija oba sistema je vršena u visoko-energetskom mlinu u vremenskom intervalu od 0 do 40 min. PSA i SEM analize su izvršene u cilju ispitivanja

Originalni nau ni rad UDC: 621.762:666.651.2 666.3.046.4:549.632

Adresa autora: Suzana Filipovi, Institut tehni kih nauka SANU, Beograd, Knez Mihajlova 35

Rad primljen: 14.11.2016.

Rad prihva en: 17.11.2016.

promena veli ine estica i mikrostrukture mehani ki tretiranih prahova. Fazni sastav polaznih prahova praen je rendgeno-strukturnom metodom.

2. EKSPERIMENTALNI RAD

U eksperimentima su koriš eni prahovi MgO, Al₂O₃ i SiO₂ kao komponente osnovne kordijeritne smeše, kao i TeO2 kao aditiv (svi prahovi su 99,99 % proizvodnie Sigma-Aldrich). U ciliu eliminacije eventualno prisutnih hidroksida, Mg(OH)₂ i Al(OH)₃, pre procesa mlevenja izvršena je kalcinacija prahova MgO i Al₂O₃ na 700 °C u toku 2 h. Odnos prahova MgO:Al₂O₃:SiO₂ pripremljenih za aktivaciju je 2:2:5. Mehani ka aktivacija ostvarena je u visoko-energetskom planetarnom mlinu Fritsch Pulverisette 5 sa kuglama. Posuda mlina i kuglice za mlevenje su od ZrO₂, a odnos mase praha i kuglica tokom mlevenja bio je 1:40. Vremena aktivacije oba sistema, sa i bez aditiva, su iznosila 0, 10 i 40 min. Koli ina mlevenog materijala je za sva vremena aktivacije bila ista: 10 g polazne MAS smeše u sistemu bez aditiva, i 10 g polazne MAS smeše i 0,5264 g TeO2 u sistemu sa aditivom. Oznake prahova su u zavisnosti od sastava i vremena aktivacije bile MAS0, MAS10 i MAS40 za prahove bez aditiva, i MASTe0, MASTe10 i MASTe40 sa prahove sa aditivom, u skladu sa vremenom aktivacije.

Fazna analiza polikristalnih uzoraka prahova ra ena je metodom rendgenske difrakcije. U tu svrhu koriš en je difraktometar marke Philips PW-1050, sa Cu-K radijacijom i stepenom skeniranja od 0.05 s⁻¹. Raspodela veli ina estica je odre ena upotrebom ure aja koji radi na principu analize difraktovane laserske svetlosti. Koriš en je instrument Mastersizer 2000 (Malvern Instruments Ltd., UK laser light-scattering particle size analyzer), opseg dimenzija estica od 0,02 do 2000 µm. Za PSA merenja, prahovi su prethodno dispergovani u destilovanoj vodi u ultrazvunom kupatilu (ultrazvuk niskog intenziteta, sa frekvencom od 40 kHz i snagom od 50 W, u toku 5 min). U cilju pra enja promena u morfologiji smeša prahova nakon mehani ke aktivacije obavljeno je snimanje uzoraka SEM metodom (JEOL JSM- 6390 LV).

3. REZULTATI I DISKUSIJA

Slike 1–3 prikazuju difraktograme polaznih komponenata, kao i aktiviranih smeša bez i sa dodatkom aditiva, tim redom. Sve uo ene difrakcione linije su identifikovane na osnovu odgovaraju ih JCPDS kartica i to: 74–1081 za –Al₂O₃, 89–6092 za –Al₂O₃, 77–2364 za MgO, 71–0197 za SiO₂, 76–0679 za TeO₂ i 76–0526 za MgSiO₃. Na slici 1. prikazani su difraktogrami polaznih komponenti. Imaju i u vidu da su prahovi Al₂O₃ i MgO prethodno kalcinisani u cilju eliminisanja komponenti hidroksida na slici 1 a) i b) je to i potvr eno. Difraktogrami ovih oksida pokazuju postojanje samo oksidnih faza sa oštrim i intenzivnim pikovima, ukazuju i na proces kristalizacije tokom termi kog tretmana. Na slici 1 c) prikazan je difraktogram silicijum dioksida na kome se vidi široka linija SiO₂ znatno manjeg intenziteta na malim vrednostima Bragovih uglova, koji ukazuje da je ova komponenta u amorfnom obliku, dok difrakcione linije TeO₂ potvruju kristalni oblik –TeO₂ faze.



Slika 1 - Difraktogrami polaznih komponenti: a) Al₂O₃, b) MgO, c) SiO₂ i d) TeO₂

Slika 2. prikazuje promene u faznom sastavu neaktivirane i aktiviranih smeša bez aditiva tokom procesa mehani ke aktivacije. Kod neaktiviranog uzorka uo ava se postojanje polaznih komponenti, amorfnog SiO₂ i kristalnih faza alumine i magnezijum oksida. Faza – alumine nije detektovana u smeši zbog malog intenziteta pikova kao i injenice da se preklapaju sa širokim pikom silicijum dioksida.

Tokom mehani ke aktivacije može do i do formiranja nove faze odnosno do mehanohemijske reakcije, što je ovde potvr eno. Zapravo, na difraktogramu uzorka aktiviranog 10 minuta uo ljivi su prvi tragovi nastanka nove faze, MgSiO₃. Nastanak ovog jedinjenja je verovatno posledica intenzivnih udara tokom mehani kog tretmana tokom kojih dolazi do naglog pove anja temperature na mestima udara, kao i injenice da je SiO₂ u amorfnom stanju, pa je stoga, zbog neure enosti strukture, podložniji reakciji. Nakon 40 minuta aktivacije zapaža se prisustvo istih faza, stim što se mogu uo iti dodatni pikovi MgSiO₃ što je potvrda da se reakcija nastavlja i da nastaje sve ve a koli ina ovog intermedijarnog jedinjenja.

Dalje, uo ljivo je širenje difrakcionih linija kao i smanjenje njihovog intenziteta što je karakteristika mehani ki aktiviranih sistema, usled usitnjavanja kristalita i intenzivnog unošenja defekata u kristalu rešetku.



Slika 2 - Difraktogrami neaktivirane (MAS0) i aktiviranih smeša (MAS10 i MAS40)



Slika 3 - Difraktogrami neaktivirane (MASTe0) i aktiviranih smeša

Na slici 3. prikazani su difraktogrami prahova dopiranih sa 5 masenih procenata TeO₂. Uzorak MASTeO je smeša polaznih komponenti, MgO, SiO₂, Al₂O₃ i TeO₂. Jasno izraženi, oštri i uski pikovi svih komponenti osim silicijum dioksida ukazuju da su ovi prahovi visoko kristali ni, dok široki pik SiO₂ ukazuje na amorfno stanje ove faze. Nakon 10 minuta aktivacije i dalje su prisutne po etne komponente bez tragova nastanka novih jedinjena. Objašnjenje za injenicu da se u prahovima sa dodatkom telur dioksida ne doga a reakcija, kao u sistemu bez aditiva (MAS10), može biti to da TeO₂ tokom intenzivnog mešanja oblaže estice MgO ili SiO₂ i time onemogu ava njihov direktni kontakt. Aktivne površine koje nastaju tokom mlevenja su potencijalna mesta nukleacije nove faze a u ovom slu aju ona bivaju blokirana. Tek nakon 40 minuta aktivacije pojavljuju se prvi tragovi nove faze MgSiO₃, uz prisustvo ostalih polaznih komponenti. Tako e se uo ava smanjenje intenziteta i širenje svih uo enih difrakcionih linija što ukazuje na destrukciju kristalnih rešetaka svih identifikovanih faza.

Na slici 4. prikazani su rezultati analize raspodele veli ine estica za sve prou avane prahove. Srednja veli ina estica neaktiviranog i nedopiranog praha iznosi 4,718 μ m. Sa mehani kom aktivacijom od 10 minuta, srednja veli ina estica smanjuje se na 4,452 dok se posle 40 minuta srednja veli ina estica smanjuje na 4,073 μ m.

Može se uo iti da se sa pove anjem vremena aktivacije osim srednje vrednosti veli ine estice d(0.5), smanjuju i karakteristi ne vrednosti za d(0.1) i d(0.9) gde d(0.1) ozna ava da 10% estica ima dijametar manji od ove vrednosti, dok d(0.9) ozna ava da 90% estica ima dijametar manji od ove vrednosti. Kod prahova sa dodatkom TeO₂, taj trend se ne uo ava, ve srednja veli ina estica blago raste, sa 4,718 preko 4,863, do 5,064, a isti trend je uo en i za d(0.9).

Suprotno tome, uo eno je da d(0.1) kod prahova sa dodatkom aditiva opada sa pove anjem vremena aktivacije, i to od 1,752 µm za ne-aktiviran prah, preko 1,093 µm posle 10 minuta aktivacije, do 1,086 µm posle 40 minuta aktivacije. Na osnovu ovih rezultata može se zaklju iti da veli ina aglomerata i srednja veli ina estica rastu sa vremenom aktivacije i da se istovremeno sitne estice dodatno usitnjavaju.



Slika 4 - Dijagrami raspodele veli ine estica za prahove bez i sa dodatkom TeO2

Analiza evolucije mikrostrukturnih konstituenata tokom mehani ke aktivacije primenom skeniraju e elektronske mikroskopije dodatno potvr uje prethodno iznete zaklju ke.





Slika 5 - Skeniraju e elektronske mikrografije prahova: a) MAS0, b) MAS10 i c) MAS40

Na slici 5, prikazane su mikrografije po etnih mehani ki neaktiviranih i aktiviranih prahova bez aditiva sa uve anjem od 10.000 puta. SEM mikrografija po etnog praha, slika 5a, prikazuje nam smešu prahova koji formiraju meke aglomerate ija je veli ina oko 6 µm, tako e se vidi da su se sitnije estice obavile oko krupnijih. Posle 10 minuta mehani ke aktivacije, slika 5b, dolazi do usitnjavanja krupnijih estica kao i aglomerata, pove ana je površinska aktivnost manjih estica što dovodi do njihovog grupisanja oko ve ih pa su samim tim i aglomerati manji i mekši. Tako e je prisutna i zna ajna erozija površine estica. Veli ina estica posle deset minuta aktivacije iznosi izme u oko 4 i 5 μ m. Sa produžetkom mehani ke aktivacije od etrdeset minuta, slika 5c, dolazi do dodatnog usitnjavanja i oja avanja aglomerata. Javljaju se dve vrste aglomerata veli ine 2-3 i 4 μ m. Skeniraju e elektronske mikrografije po etnih mehani ki neaktiviranih i aktiviranih prahova sa dodatkom aditiva sa uve anjem od 10.000 puta prikazane su na slici 6.











Na osnovu ove analize utvr eno je da se sa porastom vremena mehani ke aktivacije odigravaju odgovaraju i procesi rasta zrna.

Mikrografije uzoraka sa dodatkom aditiva MA-STe0, MASTe10 i MASTe40, ukazuju na prisustvo ve ih, formiranih dobro zrna smeše (2MgO+2Al₂O₃+5SiO₂), kao jedne faze, i manjih zrna (TeO₂), zaostalih po obodima ve ih (kao druge faze). Sa mikrografija se može videti da je sa pove anjem vremena aktivacije rast nove faze ravnomerniji, dok se veli ina druge faze smanjuje a granice izme u zrna se neznatno oja avaju. Tako e, kod neaktiviranog uzorka i uzoraka mehani ki aktiviranih 10 i 40 minuta, utvreno je da se formira nehomogena porozna mikrostruktura, u kojoj je preovladao poligonalni oblik zrna i prisustvo tzv. teksturne otvorene poroznosti.

4. ZAKLJU AK

U ovom radu prou avan je uticaj mehani ke aktivacije na strukturu kordijeritne smeše sa i bez dodatka aditiva TeO₂. U smešama bez dodatka aditiva, tokom mehani ke aktivacije, dolazi do usitnjavanja estica i mehanohemijske reakcije, nastajanja MgSiO₃, ve nakon 10 minuta.

Sa produžetkom aktivacije, udeo novonastale faze se pove ava do ak 33,5 %. Usitnjavanje estica je pra eno i potvr eno metodama PSA i SEM. Kod smeša sa dodatkom aditiva, tek nakon 40 minuta mehani ke aktivacije dolazi do pojave nove faze, i to 11 %. Pretpostavljamo da dolazi do oblaganja estica smeše aditivom TeO₂ tokom aktivacije, i da je zapravo to uzrok ometanja nastanka nove faze. Rast kristalita tokom aktivacije smeša sa dodatkom aditiva je uo en i na mikrografijama i nakon analize veli ine estica.

5. ZAHVALNICA

Ova istraživanja su ra ena u okviru projekta OI 172057 koje finansira Ministarstvo za prosvetu, nauku i tehnološki razvoj Republike Srbije.

LITERATURA

- [1] Zduju M, Poleti D, Jovaleki . and Karanovi Lj, J. Non-Ctystall. Sol, Vol. 352, pp. 3058-3068, 2006.
- [2] Tka ova K, Mechanical activation of minerals, Elsevier, Amsterdam, 1989.
- [3] Yangyun S, Brook R. J, Sci. Sinter, Vol. 17, pp. 35-47, 1985.
- [4] Avvakumov E. G, Mechanical methods of activation of chemical processes, Nauka Sib. Otb., Novosibirsk, 1986.
- [5] Li X, Shih W. H, J. Am. Ceram. Soc, Vol. 80, No. 11, pp. 2844-2851, 1997.

- [6] Stojanovi B. D, Pavlovic V. B, Pavlovi V. P, uri S, Marinkovi B. A. and Risti M. M, J. Eur. Ceram. Soc, Vol. 19, pp. 1081-1083, 1999.
- [7] Pavlovi V. P, Nikoli M.V, Nikoli Z, Brankovi G, Živkovi Lj, Pavlovi V. B. and Risti M. M, J. Eur. Ceram. Soc, Vol. 27, pp. 575-579, 2007.
- [8] Obradovi N, Filipovi S, Pavlovi V, Mitri M, Markovi S, Miti V, or evi N. and Risti M. M, *Ceram. Inter*, Vol. 37, op. 21-27, 2011.
- [9] Camerucci M. A, Urretavizcaya G, Cavalieri A. L, Sintering of cordierite based materials, *Ceram. Inter*, Vol. 29, pp. 159–168, 2003.
- [10]Taruta S, Hayashi T, Kitajima K, Preparation of machinable cordierite/mica composite by lowtemperature sintering, *J. Eur. Ceram. Soc*, Vol. 24 pp. 3149–3154, 2004.
- [11]Camerucci M. A, Urretavizcaya G, Cavalieri A. L, Mechanical behavior of cordierite and cordierite-mullite materials evaluated by indentation techniques, *J. Eur. Ceram. Soc*, Vol. 21, pp. 1195–1204, 2001.
- [12]Moftah El-Buaishi N, Jankovic-Castvan I, Jokic B, Veljovic Dj, Janackovic Dj. and Petrovic R, Crystallization behavior and sintering of cordierite synthesized by an aqueous sol-gel route, *Ceram. Inter*, Vol. 38, pp. 1835–1841, 2012.
- [13]Obradovi N, or evi N, Peleš A, Filipovi S, Mitri M. and Pavlovi V. B, *Sci. Sinter*, Vol. 48, pp. 157–165, 2016.
- [14]Obradovi N, or evi N, Peleš A, Filipovi S, Mitri M. and Pavlovi V. B, The Influence of Compaction Pressure on the Density and Electrical Properties of Cordierite-based Ceramics, *Sci. Sinter*, Vol. 47, pp. 15–22, 2015.
- [15]Wang W. H, Deng X. Y, Bai H. L, Zhou H, Qu W. G. and Li L. T, Two-Step Sintering of Ceramics with Constant Grain-Size, II: BaTiO₃ and Ni–Cu–Zn Ferrite, J. Am. Ceram. Soc, Vol. 89, No 2, pp. 438– 443, 2006.
- [16]Obradovi N, Filipovi S, or evi N, Kosanovi D, Markovi S, Pavlovi V, Ol an D, or evi A, Kachlick M. and Maca K, Effects of mechanical activation and two-step sintering on the structure and electrical properties of cordierite-based ceramics, *Ceram. Inter*, Vol. 42, pp. 9887–9898, 2016.
- [17]Obradovi N, or evi N, Filipovi S, Nikoli N, Kosanovi D, Mitri M, Markovi S. and Pavlovi V, Influence of mechanochemical activation on the sintering of cordierite ceramics in the presence of Bi₂O₃ as a functional additive, *Powder Technol*, Vol. 218, pp. 157–161, 2012.

- [18]Yin T, Park J. W, Xiong S, Physicochemical properties of nano fish bone prepared by wet media milling, *LWT - Food Sci. Technol*, Vol. 64, pp. 367– 373, 2015.
- [19]Nhi Truong D. Y, Kleinke H, Gascoin F, Preparation of pure Higher Manganese Silicides through wet ball milling and reactive sintering with enhanced thermoelectric properties, *Intermetall*, Vol. 66, pp. 127–132, 2015.

SUMMARY

INFLUENCE OF MECHANICAL ACTIVATION ON MGO-AL₂O₃-SIO₂ SYSTEM IN THE PRESENCE OF TEO₂ ADDITIVE

Cordierite $2MgO+2Al_2O_3+5SiO_2$ is frequently used ceramic material, that is commonly used as a carrier of electrical components due to its low dielectric constant (~ 5), and low temperature thermal expansion coefficient $(20\cdot10^{-7} \circ C^{-1})$. In order to accelerate the process of sintering, 5.00 mass% TeO₂ was added to the starting mixtures. System was tested in two parallel mixtures, one with no additives, and the other one with TeO₂. The mechanical activation of the both mixtures was performed in a high-energy ball mill in time intervals from 0 to 40 min with ball to powder mass ratio 1:40. The particle size analysis (PSA) was employed in order to determine the changes in the particle size of the mechanically treated powders. The phase composition of the starting powders as well as microstructures was analyzed by the means of X-ray diffraction method and SEM.

Key words: Mechanical activation, PSA, XRD, SEM, Cordierite, TeO2