

V. Jović
D. Spasojević
S. Zarić
N. Afgan

Institut "Boris Kidrič" - Vinča

ANALIZA HIDRODINAMIČKOG PONASANJA KLJUČAJUĆEG KANALA*

Hidrodinamičko ponašenje dvofaznog toka, usled svog velikog značaja, dobija sve važnije mesto u istraživačkim programima prenosa toplote i mase. Cilj ovih istraživanja je upoznavanje fizičke suštine pojave, i čisto praktično, predviđanje uslova nastanka nestabilnosti dvofaznog strujanja. Ovaj fenomen ima za posledicu ograničenje zapreminske gustine snage, jer može doći do pregorevanja grejnih površina kao i do neželjenih uslova rada u celom sistemu.

U radu je data analitička formulacija fizičkog modela ključajućeg kanala sa prirodnom cirkulacijom, postupak rešavanja - HIDIM-I, program za digitalnu računsku mašinu ZUSE-Z-23 i rezultati za slučaj ključajućeg reaktorskog kanala. Analitička formulacija zasnovana je na zakonima održanja mase, količine kretanja i energije u uslovima dvofaznog strujanja, dopunjениm poluumpijskim relacijama o klizanju faza i padu pritiska u dvofaznoj struji.

Posle eksperimentalne provere, koja je u toku, model HIDIM-I može se primeniti za analizu uslova rada bilo kog generatora pare.

*Referat nije štampan zato što su autori znatno prekoračili dozvoljen obim rada.

M. Ristić
M. Gašić
S. Radić
I. Stamenković

Institut "Boris Kidrič" - Vinča

KVANTITATIVNI ODNOSI IZMEDJU OSNOVNIH PARAMETARA SINTEROVANJA
 UO_2 - NUKLEARNOG GORIVA

OSOBINE PRAHA URANIJUM DIOKSIDA

Prah UO_2 korišćen u našem radu, proizveden je poluin-dustrijskim postupkom iz ADU u Institutu za tehnologiju nuklearnih sirovina. Kalcinacija ADU vršena je diskontinualnim postupkom na 600 °C, a redukcija dobijenog U_3O_8 u rotacionoj peći na 600 °C u struji krekovanog amonijaka.

Razultati kvantitativne spektrohemiske analize praha UO_2 pokazuju da je sadržaj nečistoća ispod dozvoljenih granica /1/ i niži je nego kod praha koji se koristi u Švedskoj /8/, tako da spada u nuklearne čiste materijale.

Izvršena je standardna DTA praha UO_2 . Na osnovu podataka koje je publikovao A.J. Taylor /9/ može se zaključiti da ovaj prah spada u grupu sinterabilnih prahova, s obzirom da je temperatura prvog ekstremuma oksidacije našeg praha oko 180 °C. Termogravimetrijska analiza izvršena je u vazduhu pri brzini zagrevanja od 8 °C/min i na osnovu dobijenog termograma izračunato je da atomski odnos O/U iznosi $2,051 \pm 0,010$.

Odredjivanje specifične površine praha uran dioksida obavljeno je na areametru /10/. Dobijeni rezultati su:

specifična površina $5,20 \text{ m}^2/\text{gr}$

srednji težinski prečnik $9,58 \mu\text{m}$

stepen rapavosti 219.

Metodom ugljenih replika izvršeno je ispitivanje čestica praha na elektronskom mikroskopu JEM-7A. Dobijeni mikrosnimci pokazuju da je površina čestica vrlo razvijena što je u skladu sa rezultatima dobijenim na aremetru. Rezultati rendgenskih ispitivanja su: prečnik kristaliteta $2,2 \times 10^{-5} \text{ Å}$, a parametar unutrašnjeg naprezanja rešetke $150 \times 10^{-5} \text{ Å}$.

PRIPREMA TABLETA UO_2

U cilju jednovremenog proučavanja uticaja pritiska pre-

sovanja, temperature i vremena sinterovanja na osobine sinterovanog UO_2 izabran je, na osnovu naših ranijih radova /11/, opseg pritisaka $0,25 - 2 \text{ t/cm}^2$. Sinterovanje je izvodjeno u temperaturskom intervalu $1200 - 1600^\circ\text{C}$, u toku $45-360$ minuta. Ovako izabrani uslovi zadovoljavali su i propisane uslove /1, 2, 3/.

Presovanje

Prah uranijum-dioksida, uz dodatak 6% destilovane vode, presovan je u čeličnim alatima pod pritiskom od $0,25 - 2 \text{ t/cm}^2$. Prečnik ispresaka bio je 15 mm , odnosno L/D u svim slučajevima bio je veći od 1.

Sinterovanje

Sinterovanje ispresaka UO_2 vršeno je u molibdenskoj peći "Degussa" u temperaturskom intervalu $1200-1600^\circ\text{C}$. Brzina zagrevanja iznosila je 10°C/min . Željena temperatura održavana je $45, 60, 180$ i 360 min. Brzina hladjenja bila je takodje 10°C/min . Proces sinterovanja praćen je merenjem gustine sinterovanih uzoraka, kao i preko relativnog skupljanja ($\Delta L/L_0$ /).

DISKUSIJA REZULTATA

Analiza rezultata dobijenih ispitivanjem sinterovanja UO_2 , pokazuje da gustina sinterovanih uzoraka nije direktno proporcionalna vremenu sinterovanja. Međutim, iz sl. 1 očigledno je da za ispitivani interval temperatura i vremena važi sledeća zavisnost:

$$d_s = m \cdot \ln t + b \quad (1)$$

gde su m i b konstante.

Za sve proučavane temperature, očigledno je da sa povećanjem temperature nagib pravih linija u semilogaritamskom sistemu opada, što je u saglasnosti sa našim teorijskim i eksperimentalnim radom u oblasti sinterovanja oksida /12, 13/. Ovo je uočljivije u slučaju sinterovanja ispresaka dobijenih presovanjem na višim pritiscima. Na sl. 2 prikazana je familija krivih linija koje predstavljaju zavisnost koeficijenta m od pritiska presovanja. Bližom analizom krivih na sl. 2 dolazi se do prave zavisnosti između pritiska presovanja, temperaturre sinterovanja i gustine sinterovanih uzoraka. Naime, može se pokazati da koeficijent m uopšte zavisi od pritiska presovanja po jednačini:

$$m = k \cdot \ln p + n \quad (2)$$

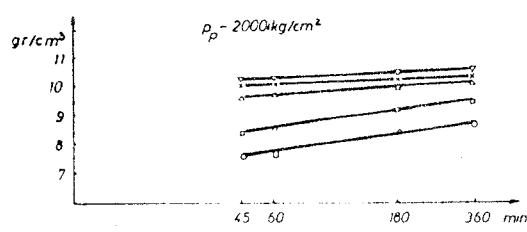
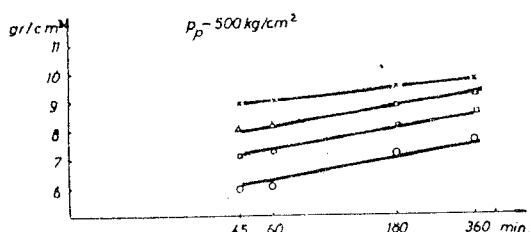
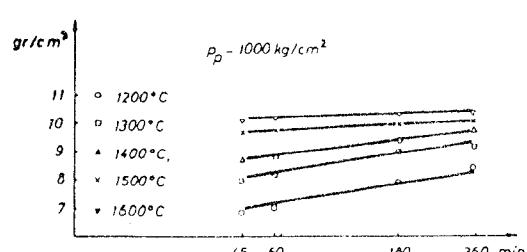
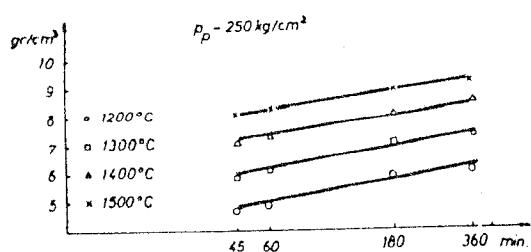
gde su k i n konstante, koje ne zavise od pritiska, ali koje se menjaju sa temperaturom.

Na sl. 3 prikazana je zavisnost koeficijenta m od temperaturu. Pošto su ove krive S - oblika, mora postojati maksimum na krivima koje pokazuju prvi izvod funkcije m po temperaturi /sl. 4/. Interesantno je uočiti da u svim slučajevima ovaj maksimum odgovara temperaturi 1350°C . Visina maksimuma prvog izvoda funkcije m direktno zavi-

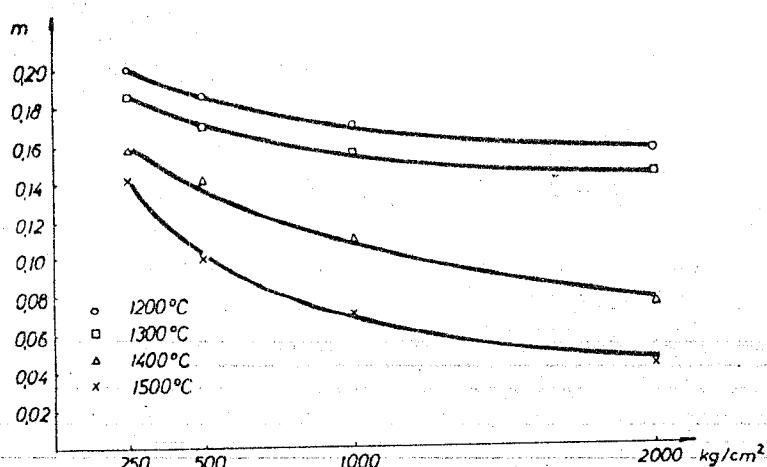
si od pritiska presovanja /sl. 5/ i može se prikazati jednačinom

$$\left(\frac{dm}{dT} \right)_{\max} = a \cdot p + q \quad (3)$$

gde su a i q konstante.



SL. 1



SL. 2

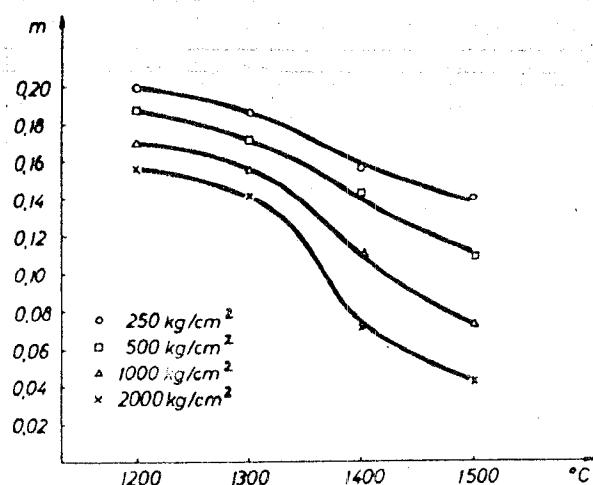
modifuzija urana, pošto kod polidisperznih materijala on zavisi od čitavog niza različitih faktora.

Medjusobna zavisnost promene gustine i promene linearnih dimenzija tokom procesa nezavisna je od temperature i vremena sinterovanja i teorijski bi trebalo da važi sledeća zakonitost:

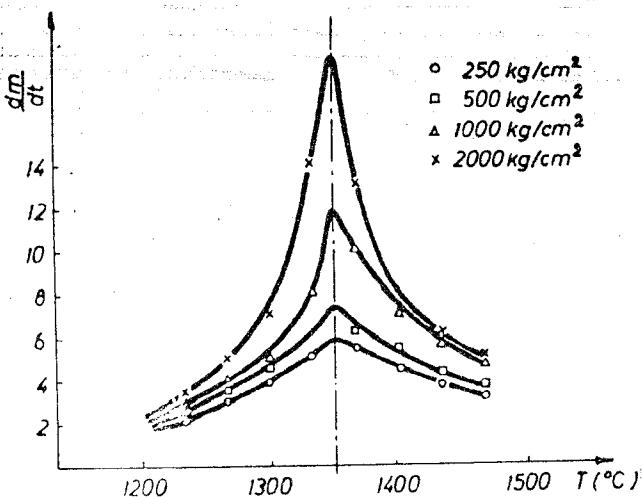
Diferenciranjem jednačine /1/ dobija se da je dm/dt proporcionalno sa $1/t^2$. Ovo omogućava da se, prema Arhenius-ovoj jednačini, nadje energija aktivacije procesa. U našem slučaju srednja energija aktivacije sinterovanja iznosi $79,9 \pm 6,9 \text{ kcal/mol}$. Iako je ova vrednost vrlo bliska vrednosti energije aktivacije za samodifuziju urana u uranijum dioksidu po A. Auskernu i J. Belle-u /14/ ne bi se smelo jednostrano uzeti da je mehanizam sinterovanja u našim uslovima sa-

$$\frac{\Delta V}{V_0} = 1 - \frac{d_1}{d_s} = 1 - \left(1 - \frac{\Delta L}{L_0}\right)^3 \quad (4)$$

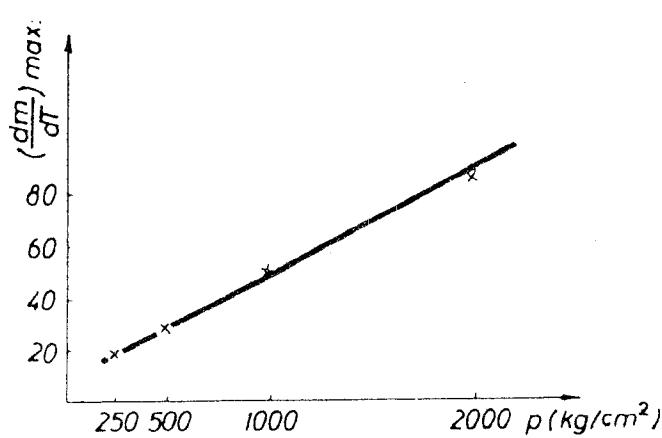
gde su: d_1 - gustina ispreska
 d_s - gustina sinterovanog uzorka
 $\Delta L/L_0$ - relativno skupljanje



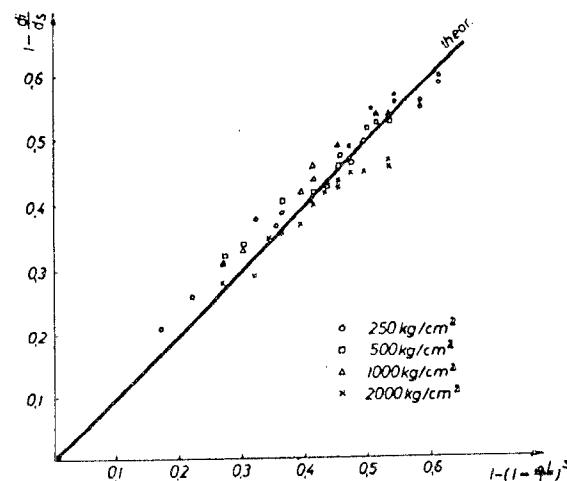
SL. 3



SL. 4

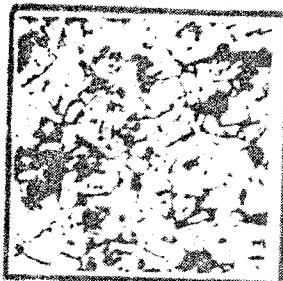
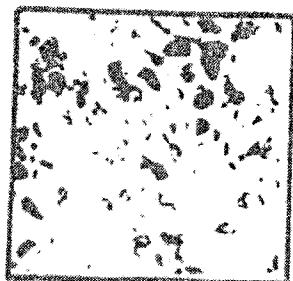


SL. 5

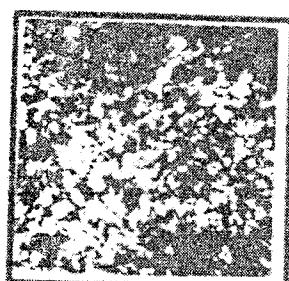
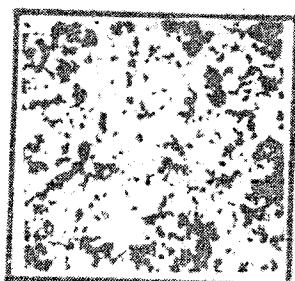


SL. 6

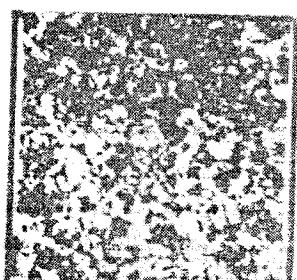
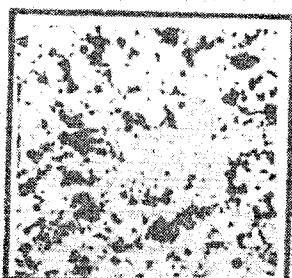
Medjutim, u našim uslovima, za uzorce cilindričnog obliku očigledno je da ova zavisnost, ako se $\Delta L/L_0$ odnosi na skupljanje prečnika, ne može biti idealno tačna /sl. 6/. Ipak i u ovom slučaju vidi se da korekcija ne zavisi od pritiska presova-



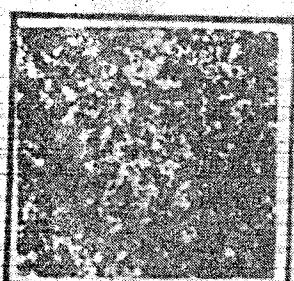
1500 °C



1400 °C



1300 °C



1200 °C

polirane
površine

700x

hemijski
nogržene
površine

700x

nja, što bi se inače moglo očekivati.

Na sl. 7 prikazane su, primera radi, mikrostrukture uzoraka presovanih pod pritiskom od 2 t/cm^2 i sinterovanih na 1200°C , 1300°C , 1400°C i 1500°C u toku 3 h. Vreme od 3 h predstavlja srednje vreme sinterovanja. Uticaj vremena sinterovanja najmanje je izražen kod pritiska presovanja kod 2 t/cm^2 , pa se na ovim uzorcima najbolje može pratiti uticaj temperature na mikrostrukturu sinterovanih uzorka. Mikrostrukture pokazuju lagani porast veličine zrna od 1,5 do 3,0 u priporastu temperature sinterovanja od 1200°C - 1400°C uz konstantnu veličinu pora od 0,5 u. Na 1500°C imamo nešto naglijiji porast veličine zrna do ispod 5 u, što je svakako posledica koalescencije pora. Vreme sinterovanja za uzorce čiji su mikrosnimci prikazani iznosilo je 3 h. Karakter distribucije pora u svim ovim mikrostrukturama je intragranularan. Ovo je u skladu sa rezultatima B. Francois-a [6], koji pokazuju da se sinterovanjem UO_2 u vodoniku do 1500°C dobija intergranularna raspodela pora, a da se tek sinterovanjem na 1600°C i više postiže intergranularna raspodela pora. Lokalizacija pora, po ovim autorima, na granicama zrna, odvija se u prvim minutima sinterovanja i dovodi do prestanka densifikacije. Intergranularna raspodela pora stabilna je u širokom dijapazonu vremena i temperature.

ZAKLJUČAK

Proučavano je sinterovanje UO_2 u vodoniku u temperaturskom intervalu 1200 - 1600°C u cilju načaženja odnosa izmedju osnovnih parametara koji karakterišu proces.

Analizirana je medjusobna zavisnost izmedju pritiska presovanja, temperature sinterovanja u intervalu 1200 - 1500°C i gustine sinterovanih uzoraka, pa su izvedene i neke osnovne relacije koje karakterišu ovu zavisnost. Uzorci dobijeni presovanjem pod pritiskom od 1 i 2 t/cm^2 i sinterovanjem na 1600°C uglavnom se pokoravaju ovim zakonostima.

Za uzorce cilindričnog oblika ne može se bez korekcije koristiti teorijska jednačina koja karakteriše medjusobnu zavisnost gustine i linearног skupljanja.

Mikrostruktura istraživanja pružila su podatke o karakteru raspodele pora i densifikacije. Intergranularna poroznost postiže se tek iznad 1500°C .

Srednja energija aktivacije procesa za proučavani interval iznosi $79,9 \pm 6,9 \text{ kcal/mol}$.

LITERATURA

1. SKNE, Specifikacija GEK-1 i GEK-2 /1964/.
2. Asea Specification KAD 66-19 /1966/.
3. AECL specifications MET-61 /1961/.
4. R. Winchell, YAEC-159 /1960/.
5. R.E. Cosan, WAPD-TM-73 /1957/.

6. B. Francois et al. Journ. Nucl. Mat., 15, 105-110 /1965/.
7. P. Ram et al. Journ. Less. Common. Met., 10, 185-189 /1966/.
8. B. Živanović et al., AB-Report 1034 /1966/
9. A.F. Teylor, TID-7673 /1961/.
10. R. Haul und G. dÜmbgen, Chem. Ind. Techn. 32, 349 /1960/.
11. V. Mikijelj, S. Radić i M.M. Ristić, IBK-263 /1965/.
12. M.M. Ristić and N. Afgan, Bull. Boris Kidrič Inst. Nucl. Sci, 16, 267-269 /1965/.
13. S.M. Jovanović and M.M. Ristić, Proc. II Int. Conf. Powd. Met., Vol. I, 1966, S. Smokovec.
14. F. Belle and B. Lustman, WAPD-184 /1957/.