



# Mikrostruktur und mechanische Eigenschaften von freistehenden metastabilen ZrO<sub>2</sub> - Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> Materialien durch Plasmaspritzen

J. Suffner<sup>1</sup>, H. Sieger<sup>1</sup>, H. Rösner<sup>2</sup>, H. Hahn<sup>1,2</sup>, S. Dosta<sup>3</sup>, I.G. Cano<sup>3</sup>, J.M. Guilemany<sup>3</sup>

1 Gemeinschaftslabor Nanomaterialien, FZ Karlsruhe . TU Darmstadt

2 Institut für Nanotechnologie, FZ Karlsruhe

3 Thermal Spray Center, Universitat de Barcelona

## **Einleitung und Prozess:**

"Atmosphärisches Plasmasprayen (APS) als mögliches Verfahren zur endformnahen Herstellung von nanokristallinen Materialien<sup>[1</sup>

<sup>"</sup> Quenchen der aufgeschmolzenen Partikel durch Kühlung mit flüssigem N<sub>2</sub> zur Herstellung metastabiler Phasen

Materialstärke der freistehenden Materialien > 500µm

30–40 1/min Ar 10-15 l/min H<sub>2</sub> Intensity 600A

Stand off distance 120 mm

### Materialien:

kristallinen Pulvern

- $^{\prime\prime}$  (ZrO\_2 . 8 wt.% Y\_2O\_3) . 20 wt.% Al\_2O\_3 (YSZ20A)
- "ZrO<sub>2</sub>. 60 wt.% Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> (Z60A)

zur Untersuchung der Alterung des metastabilen Zustandes (TT)



Z60A

YS720A

ZrO

Binäres Phasendiagramm Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>. ZrO<sub>2</sub><sup>[2]</sup>

#### Mikrostruktur:

Typische Lagenstruktur durch Plasmaspritzen Teilweise nicht komplett aufgeschmolzenes Ausgangsmaterial

<sup>\*</sup> Mikrorisse Porosität im unbehandelten

Zustand ca. 12% Porosität verringert sich

durch thermische Behandlung auf ca. 8%; Dichte steig

<sup>~</sup> Korngrößen von <100nm auch noch nach thermischer Behandlung



a) YSZ20A, b) YSZ20A TT, c) Z60A und d) Z60A TT



TEM + EDX line scan Z60A Ergebnisse der Röntgenbeugung an freistehenden Materialien unaufgeschmolzenes Anfangsmaterial



Bildung von metastabilen Phasen durch das quenchen mit flüssigem N2: YSZ . 20 Al<sub>2</sub>O3:

60

M% ZrO

Stabilisierung der kubischen ZrO<sub>2</sub> Phase durch Al<sup>3+</sup>

Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>

<u>ZrO<sub>2</sub> . 60 Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>:</u> Lösung von Zr4+ in Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>

#### Bildung von stabilen Phasen durch thermische Behandlung

YSZ . 20 Al2O3:

c-ZrO<sub>2</sub>:(Y<sup>3+</sup>, Al<sup>3+</sup>)  $\xrightarrow{1h/1400^{\circ}C}$  t-ZrO<sub>2</sub>:Y<sup>3+</sup> + Y<sub>2</sub>O<sub>3</sub> +  $\alpha$ -Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> Bildung von Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> Ausscheidungen in ZrO<sub>2</sub> Matrix

ZrO2 . 60 Al2O3:  $\gamma$ -Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>:Zr<sup>4+</sup>  $\xrightarrow{1h/1400^{\circ}C} \alpha$ -Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> + ZrO<sub>2</sub>

Bildung von ZrO<sub>2</sub> Ausscheidungen in Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> Matrix

## **Biegeverhalten:**

daraus die Bestimmung der Spannungs-Dehnungsdiagramme:

a b - As received - Thermal treated MPa] MPal 0,10 0,12 0,14 0,16 0,18 0,20 0,22 Strain [%] Spannungs-Dehnungsverhalten unter Biegebeanspruchung für a) YSZ20A und b) Z60A

Miniatur 3-Punkt Biegeversuche erlauben die simultane Aufnahme von Last und Dehnung und

Nicht-lineares σ-ε-Verhalten durch den losen Zusammenhalt der lamellenartigen Mikrostruktur<sup>[3</sup>

Thermische Behandlung führt zur Versteifung dieser Lamelle

Linear-elastisches Verhalten bis zum Bruch

Zusammenfassung der mechanischen Eigenschafte				
Material	σ <sub>f</sub> [MPa]	E <sub>0</sub> [GPa]	(HV0.3) <sub>0</sub>	m
YSZ20A as-rec.	64 ± 4	50 ± 9	709	6
YSZ20A TT	226 ± 16	90 ± 19	926	3
Z60A as-rec.	163 ± 26	150 ± 22	773	11
Z60A TT	156 ± 17	160 ± 41	872	6

Einfluss der thermischen Behandlung auf die mechanischen Eigenschaften:

- Verringerung der Porosität durch Verdichtung
- "Verstärkung der interlamellaren Verbindung
- " Erzeugung von Ausscheidungen in der Matrix
- Erzeugung der thermodynamisch stabilen Phasen

## **Referenzen:**

[1] A. Agarwal, T. McKechnie, S. Seal, J. Thermal Spray Technol. 12 [3] 350-359 (2003) [2] X. Zhou, V. Shukla, R.W. Cannon, B.H. Kear, J. Amer. Ceram. Soc. 86 [8] 1415-1420 (2003) [3] H.J. Kim, Y.G. Kweon, Thin Solid Films, 342 [1-2] 201-206 (1999)

