





# XIX Congresso Nacional de Estudantes de Engenharia Mecânica - 13 a 17/08/2012 – <u>São Carlos-SP</u> Artigo CREEM2012

# Desenvolvimento de Materiais de Gradiente Funcional a Base de Zircônia e Alumina

# Tiago A. Moreira, Vera L. Arantes, Pedro L. di Lorenzo

USP, Universidade de São Paulo, Curso de Engenharia Mecânica Campus São Carlos – Bairro Parque Arnold Schimidt - CEP 13566-590 – São Carlos – São Paulo E-mail para correspondência: tiagomoreira433@hotmail.com

# Objetivos

O objetivo deste trabalho é caracterizar camadas com diferentes teores de alumina e zircônia com a finalidade de se otimizar a montagem de uma peça com gradiente funcional, a base de zircônia e alumina.

# Introdução

Nas últimas décadas, a procura por materiais com melhores propriedades tanto mecânicas, como térmicas e químicas, para diversas aplicações e necessidades nos tem levado a várias soluções, sendo uma delas o desenvolvimento de materiais de gradiente funcional (MGF). Uma vantagem deste tipo de peça é o fato se conseguir em uma mesma peça uma gradação de propriedades. Como exemplo podemos citar a carcaça de um foguete, a qual tem uma elevada dureza e resistência térmica em seu exterior para suportar as altas temperaturas atingidas na reentrada e um interior mais tenaz, com o fim de se resistir aos elevados mecânicos exigidos. Uma boa alternativa entre a enorme gama possível de materiais é a mistura de  $ZrO_2$ (zircônia) e Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> (alumina). Essa última possui uma elevada dureza, resistência térmica e é inerte quimicamente, porém é frágil. A zircônia além de ser mais tenaz que a alumina age como agente tenacificador quando em solução sólida na alumina. A zircônia atua desta maneira pois quando surge uma trinca no material, a sua ponta se torna um elemento "amplificador de tensões", fazendo com que ocorra a transformação de fases martensítica (tetragonal metaestável  $\rightarrow$  monoclínica) (Keith R. Wilfinger et al, 2005), onde ocorre um aumento de volume de 3% a 5%, o que causa uma força de compressão na ponta da trinca, que pode ser interpretada como uma barreira energética, que impede o avanço da trinca. Porém a montagem deste tipo de material não pode ser aleatória, deve-se fazer ensaios de dilatometria, difração de raios-x para se evitar o aparecimento de trincas devido a diferença no comportamento térmico das camadas com composições distintas. Neste trabalho foram usados pós nanométricos, os quais melhoram a qualidade da sinterização, ou seja, diminui a quantidade e tamanho dos poros, diminuindo assim a possibilidade do surgimento de trincas (Yuri Carvalho Ferreira et al, 2011).

# Metodologia

Neste experimento, foram usadas amostras com diferentes composições de zircônia (Riedel-de Haien zirconium(IV) oxide com 99% de pureza) e alumina, com composições variando em massa de 0%  $ZrO_2$  /100%  $Al_2O_3$  a 100%  $ZrO_2$  /0%  $Al_2O_3$ , com teores de zircônia e alumina variando em intervalos de 20%, gerando a Tab. 1, onde estão presentes os códigos com as devidas composições de cada amostra.

Tabela 1 – Composições das amostras e seus respectivos códigos.		
Código	%ZrO <sub>2</sub>	
Z000	0%	
Z020	20%	
Z040	40%	
Z060	60%	
Z080	80%	
Z100	100%	

Adicionou-se 2% em massa de PABA ou disperlan como defloculantes, o que melhora a qualidade da moagem, pois evita de o pó flocular, ou seja, de ele se aglomerar. Usou-se 60ml de álcool isopropílico para diluir 1% em massa de PVB, usado para ligante para conseguir uma melhor densidade a verde da amostra prensada. A moagem foi feita em um moinho de alta energia Pulverisette4 vario-planetary mil da Fritsch, mesma fabricante das bolas e dos potes, ambos de zircônia, da maneira descrita a seguir: Após as quantidades percentuais em massa de  $Al_2O_3$  e ZrO<sub>2</sub> serem pesadas, foram despejadas nos potes, os quais já possuíam uma quantidade de bolas na razão 20 : 1 em relação a massa adicionada ao mesmo, juntamente com o defloculante e o álcool com PVB diluído. No moinho o pó passava por uma série de 12 ciclos de 30 minutos girando tanto o disco principal como os secundários a 250 rpm, e 5 minutos parado, para evitar o superaquecimento, invertendo o sentido de giro do moinho a cada ciclo, o que gera uma melhor moagem. Depois de passar pela moagem os pós eram secados em uma estufa a 100°C e peneirados em uma peneira ABNT 100, uma parte deste foi destinada a difração de raios-X (Andrey Zakurdaev et al, 2009), o resto foi usado para se fazer amostras prensadas inicialmente em uma prensa uniaxial, para dar forma, e posteriormente numa prensa isostática (AIP CP360) a uma pressão de 200 MPa. Após a prensagem foram feitos ensaios de dilatometria (Dilatômetro horizontal Netzsch DIL 402 C) em cada composição em três taxas diferentes de aquecimento (5°C/min, 10°C/min e 15°C/min), todas indo até 1500°C, dos dados dos ensaios foram obtidas as curvas dL/Lo/% versus Temperatura (°C), feitas no software NETZSCH Proteus Thermal Analysis. Após estes passos foram prensadas amostras com 6 e 5 camadas (Todas menos a Z060), do mesmo modo descrito acima, porém as dimensões estão indicadas na Tab. 2. Estas amostras foram levadas ao forno com um ciclo térmico da seguinte maneira: Da temperatura ambiente até  $150^{\circ}C \rightarrow$  $2^{\circ}$ C/min; 150°C até 600°C  $\rightarrow$  4°C/min; 600°C até 1500°C  $\rightarrow$  10°C/min; Resfriamento a 10°C/min (Li Sun et al, 2007).

#### **Resultados**

Na prensagem com as camadas juntas foi observado que as amostras que possuíam a camada Z060 apresentavam trincas ou quebravam na secção onde era suposto se estar a camada acima citada. Esta trinca surgia na prensagem uniaxial e se agravava na prensagem isostática, este foi o motivo de se usar também 5 camadas.

Nº de camadas	Diâmetro inicial	Diâmetro final	Comprimento	Comprimento
			inicial	final
5	18 mm	16,72 mm	2,26 mm	2,12 mm
5	6,08 mm	Quebrou	7,32 mm	Quebrou
6	6,08 mm	Quebrou	6,74 mm	Quebrou

Tabela 2 – Dimensões das amostras com varias camadas.

Os dados obtidos nos ensaios de dilatometria podem ser observados na Fig. 1, na Fig. 2 e na Fig. 3.

Amostra	Retração (%)
Z000	-11,5
Z020	-10,05
Z040	-11,66
Z060	-7,68
Z080	-7,53
Z100	-8,77



Figura 1 - (a)Tabela com valores de retração final das amostras a 5°C/min. (b) Resultados dos ensaios de dilatometria de todas as diferentes composições de amostras a uma taxa de aquecimento de 5°C/min.

As amostras submetidas a uma taxa de 5°C/min tiveram retração total com diferenças significativas quando comparadas a 10°C/min. As taxas de retração também não foram tão homogeneas (ou seja, quando se compara ponto a ponto no gráfico, a diferença das retrações nunca atinge um valor muito elevado) como a taxa de aquecimento de 10°C/min, como observado a 15°C/min também.



Figura 2 - (a)Tabela com valores de retração final das amostras a 10°C/min. (b) Resultados dos ensaios de dilatometria de todas as diferentes composições de amostras a uma taxa de aquecimento de 10°C/min

As amostras que foram submetidas a uma taxa de aquecimento de  $10^{\circ}$ C/min tiverem um comportamento mais similar entre elas, tanto na retração total como nas taxas de retração, quando comparadas as taxas de 5°C/min e 15°C/min.



Figura 3 - (a)Tabela com valores de retração final das amostras a 15°C/min. (b) Resultados dos ensaios de dilatometria de todas as diferentes composições de amostras a uma taxa de aquecimento de 15°C/min.

Na taxa de aquecimento de 15°C/min temos valores de retração total menores e uma variação nas taxas de retração parecidas quando comparadas as amostras que sofreram uma taxa de aquecimento de 5°C/min, porém não tão homogêneas como a 10°C/min. Na fabricação de MGF´s o importante é adequar uma curva de sinterização com base nos resultados da dilatometria, de forma que as taxas e valores totais de retração sejam próximos. Na Fig. 4 podemos ver o gráfico de difração de raios-X, apresenta-se somente um gráfico porque todos foram semelhantes e apresentaram os resultados esperados, ou seja somente alumina e zircônia.



Figura 4 – Resultado do exame de difração de raios-X da amostra Z040 (# → alumina; \* → zircônia)

#### Conclusão

Através dos resultados acima apresentados pode-se afirmar que a melhor taxa de aquecimento é a 10°C/min (Li Sun et al, 2007). quando comparada com as taxas de 5°C/min e 15°C/min, pois é a que apresentou uma menor diferença de retração total entre as seis diferentes composições, permitindo assim uma maior segurança na montagem, porque é nesta taxa de aquecimento que há o menor risco de aparecimento de trincas. Pode–se afirmar também que não houve a formação de compostos indesejados, ou seja, houve a formação somente de alumina e zircônia. Nas amostras que possuíam varias camadas (levadas ao forno) pode-se notar que o diâmetro também influencia no resultado final, pois as amostras que possuíam um diâmetro menor quebraram em comparação com a amostra que possuía uma largura maior, isto se deve ao fato de que uma peça com diâmetro maior apresenta características geométricas melhores, ou seja, é mais resistente.

#### Agradecimentos

Professor João Manuel Domingos de Almeida Rollo que disponibilizou o dilatômetro e o forno. Banco Santander, fornecedor da bolsa de iniciação científica. Instituto de Física de São Carlos, que realizou o exame de difração de raios-X.

#### **Referências bibliográficas**

Keith R. Wilfinger, W. Roger Cannon: Particle interactions in Zirconia-Toughened Alumina, 2005.

Li Sun, Adam Sneller, Patrick Kwon: Fabrication of alumina/zirconia functionally graded material: From optimization of processing parameters phenomenological constitutive models, 2007.

Andrey Zakurdaev, Xiao Huang: Experimental study phase transformation and specific heat of ternary zirconia-based oxides using differential scanning calorimetry, 2009.

Yuri Carvalho Ferreira, Maria do Carmo de Andrade Nono, José Vitor Candido de Souza: Caracterização da microestrutura de das propriedades mecânicas de cerâmicas de zircônia parcialmente nanoestruturadas em função da quantidade de Nb<sub>2</sub>O<sub>5</sub> para aplicações espaciais, 2011.