研究成果報告書 科学研究費助成事業

平成 31 年 4 月 2 3 日現在

交付決定額(研究期間全体):(直接経費) 3.600.000円

研究成果の概要(和文):多孔質セラミックスの力学特性と熱物性に及ぼす気孔率の影響について、理論的及び 実験的解析を行った。アルミナ(Al203)、ムライト(3Al203-2Si02)、イットリア安定化ジルコニア(YSZ, Y0.15Zr0.8501.93)、炭化ケイ素(SiC)の圧縮強度、ヤング率、熱伝導度は気孔率の増加に伴い低下した。一 方、熱膨張係数は気孔率によらず一定であり、緻密焼結体の値と等しかった。これらの実験結果は、研究代表者 が提案した開気れるいは閉気孔を含む構造モデルに対して誘導された圧縮強度、ヤング率、熱伝導度、熱膨張 係数の理論式とよく一致した。

研究成果の学術的意義や社会的意義 本研究グループでは、触媒担体やフィルターなどの多方面で用いられている多孔質セラミックスの強度、ヤング 率、熱膨張係数、熱伝導度について、初期焼結モデルと立方体介在物粒子を含む二相系構造モデルからそれらの 理論式を構築することに成功した。それらの理論式とアルミナ(Al203)、ムライト(3Al203-2Si02)、イット リア安定化ジルコニア(YSZ,Y0.15Zr0.8501.93)、炭化ケイ素(SiC)の多孔体を用いた実験結果を比較したと ころ、よく一致することが明らかとなった。これにより、多孔体の物性と構造の関係に対する理論的解釈が大き く前進することとなった。

研究成果の概要(英文): The mechanical and thermal properties of porous ceramics were examined theoretically and experimentally for alumina (Al2O3), mullite (3Al2O3-2SiO2), yttria-stabilized zirconia (YSZ, YO.15ZrO.85O1.93) and silicon carbide (SiC) as a function of porosity. The compressive strength, Young's modulus and thermal conductivity of the porous oxides (Al2O3, 2010) and silicon carbide (SiC) as a function of the porous oxides (Al2O3, 2010) and thermal conductivity of the porous oxides (Al2O3, 2010) and the porous oxides (Al2O3) and the porous oxides (Al2O3) and th 3A1203-Si02, YSZ) or porous nonoxide (SiC) decreased with increasing porosity. On the other hand, the thermal expansion coefficient was independent of porosity, and agreed with the value for a dense ceramics with 0% porosity. These experimental results were well explained by the theoretical equations of mechanical and thermal properties derived for the microstructures with open or closed pores.

研究分野: 無機材料・物性

キーワード: セラミックス 多孔体 開気孔 閉気孔 圧縮強度 ヤング率 熱伝導度 熱膨張係数

E

様 式 C-19、F-19-1、Z-19、CK-19(共通) 1.研究開始当初の背景

触媒担体、燃料電池電極、水素分離膜、固液 分離膜などのセラミックス多孔体を利用する上 で、強度は非常に重要な物性である。これまで 経験則として、気孔率の増加に伴う指数関数的 な強度の減少が知られてきた。これに対して 我々の研究は、初期焼結過程でアルミナ多孔体 の圧縮強度が粒界面積の増加に伴い増加するこ とを明らかにした(Ceram. Inter., 40, 2315-2322 (2014))。図1の二粒子間に形成される円形の粒 界の半径(y)と圧縮強度は(1)式で関係付けられ ることを誘導した。

$$\sigma_{\rm f} = \sigma_0 \pi y^2 \left(\frac{N}{V}\right)^{2/3} \tag{1}$$

N は試料中の粒子数、V は試料体積である。 πy²(N/V)^{2/3}は圧縮方向に垂直な面内の全粒界面 積(πy²N^{2/3})を試料断面積(V^{2/3})で規格化したもの である。σ0 は気孔率 0%で1 つの粒子を含むい くつかの粒界を壊すのに必要な圧縮強度である (アルミナの場合、1.91 GPa と計算された)。図2 にアルミナ多孔体の圧縮強度の粒界断面積依存 性を示す(Ceram. Inter., 41, 11449-11455 (2015))。 y は多孔体の比表面積と粒子配位数(12)から求 めた。図2に示すように、実測強度は(1)式に基 づいて増加することが明らかとなった。すなわ ち、粒界断面積と粒子充填率の増加が高強度化 の要因となる。一方、本研究室では、図3の立 方体介在物粒子を含む二相系のヤング率(Ea)と 熱膨張係数(βω)の複合則の誘導に成功した (Ceram. Inter., 41, 2706-2713 (2015))。その介在物 のヤング率(E₁)を0 GPa、体積分率を V₁%とお くと、多孔体のヤング率と熱膨張係数が(2)-(5) 式で与えられる。E2と B2は連続相のヤング率と 熱膨張係数を表す。

2/22

,

$$E_{\rm c} = E_2 \left(1 - V_1^{2/3} \right) \tag{2}$$

$$\beta_{\rm c} = \beta_2 \tag{3}$$

(図 3(c)の構造(直列構造モデル)に対して)

$$\frac{1}{E_{\rm c}} = \frac{V_1^{1/3} + (1 - V_1^{1/3})(1 - V_1^{2/3})}{E_2(1 - V_1^{2/3})} \tag{4}$$

$$\beta_{\rm c} = \beta_2 \{ V_1^{1/3} + (1 - V_1^{1/3})(1 - V_1^{2/3}) \}$$
(5)

同じ単位格子構造に対して2つのモデル構造で $E_c \ge \beta_c$ は異なることが分かる。さらに、二相系 の熱伝導度(κ_c)を図 3(b)の構造モデル((6)式)と 図 3(c)の構造モデル((7)式) に対して導出した (Ceram. Inter., 35, 2921-2926 (2009))。

$$\kappa_{\rm c} = \kappa_2 - \kappa_2 V_1^{2/3} \left[1 - \frac{1}{1 - V_1^{1/3} (1 - \kappa_2 / \kappa_1)} \right] \tag{6}$$

$$\frac{1}{\kappa_{\rm c}} = \frac{1 - V_1^{1/3}}{\kappa_2} + \frac{V_1^{1/3}}{\kappa_1 V_1^{2/3} + \kappa_2 \left(1 - V_1^{2/3}\right)} \tag{7}$$



図1 球状粒子間に形成される粒界のモ デル構造







図3 (a)立方体介在物粒子を含む複合材 料の単位格子に対する(b)並列構造モデル と(c)直列構造モデル

ここで κ_1 は介在物粒子の熱伝導度、 κ_2 は連続相の熱伝導度、 V_1 は介在物粒子の体積分率である。 (6)式は AIN-SiO₂ 二相系(Ceram. Inter., 35, 2921-2926 (2009))、アルミナ ムライト二相系(J. Eur. Ceram. Soc., 35, 605-612 (2015))の実測熱伝導度を良く説明することが明らかとなった。(7)式の 計算値はアルミナ ムライト二相系の実測熱伝導度と一致せず、実測値を上回ることもわかっ た。(6)、(7)式の κ_1 を空気の熱伝導度(0.0265 W/mK at 300 K)とおくと多孔体の熱伝導度を与え る。以上の研究を通して多孔体の圧縮強度、ヤング率、熱膨張係数、熱伝導度の理論的導出が 可能となり、本研究ではそれらのモデル式を実験的に検証する段階となった。

2.研究の目的

本研究室では、多孔質セラミックスの強度、ヤング率、熱膨張係数、熱伝導度について、初 期焼結モデルと立方体介在物粒子を含む二相系構造モデルからそれらの理論式を構築すること に成功した。それらの理論式とアルミナ(Al₂O₃)、ムライト(3Al₂O₃•2SiO₂)、イットリア安定 化ジルコニア(YSZ,Y_{0.15}Zr_{0.85}O_{1.93})、炭化ケイ素(SiC)の多孔体を用いた実験値の比較を行う ことが本研究の目的である。一致の度合を検証することにより、多孔体の物性と構造の関係に 対する理論的解釈が大きく前進する。

3.研究の方法

アルミナ粉体 (α-Al₂O₃、比表面積相当径 156 nm (AKP50), 210 nm (AKP30), 351 nm (AKP20) 住友化学社製) イットリア粉体 (Y₂O₃、比表面積相当径 79.5 nm、)、シリカ 粉体 (SiO₂、比表面積相当径 26 nm、)、イッ トリア安定化ジルコニア粉体 (8 mol% Y₂O₃-92 mol% ZrO2 (YSZ)、比表面積相当径 88 nm、 TZ-8Y 東ソー社製) ムライト粉体(71.46% Al₂O₃, 28.13% SiO₂, 0.30% ZrO₂, 0.10% TiO₂ 粒径 1.5 µm、秩父セメント社製) 炭化ケイ 素粉体 (α-SiC、0.80 wt% SiO₂, 0.45 wt% C、 比表面積 15.9 m²/g、メディアン径 800 nm,密 度 3.21 g/m³、屋久島電工社製)を用いてセラ ミックス多孔体を作製した。アルミナ粉体ま たは YSZ 粉体を pH 3 に調整した水溶液に固 体量 10 vol% で分散させ、上方脱水型加圧ろ 過装置を用いて 19 MPa で脱水、固化した。 成形体を 100 で 24 時間乾燥した後、700-1600 で 1-4 時間焼結し、アルミナ及び YSZ 多孔体を作製した。ムライト粉体を pH 3 ま たは pH 7 に調整した水溶液に固体量 30 vol% で分散させ、石こう板上で固化、成形した。 成形体を 1500-1600°C で 1-3 時間焼結し、ム ライト多孔体を作製した。炭化ケイ素粉体に アルミナ イットリア シリカ系の酸化物 助剤を 4-50 mass%添加し、pH 5 に調整した 水溶液に分散させ、石こう板上で固化、成形 した。成形体を 1250-1950°C、30-39 MPa、 Ar 雰囲気下で2時間、加圧焼結し、炭化ケイ 素 - 酸化物助剤系の多孔体を作製した。ムラ イト粉体と炭化ケイ素粉体を体積比60:40、 70:30、80:20 で混合し、pH5 に調整した水 溶液に固体量 30 vol%で分散させた。サスペ ンションを石こう板上で固化、成形した。成 形体をアルゴン雰囲気中、1350-1550°C で 2 時間、加圧焼結した。

得られた多孔体の密度をアルキメデス法 で測定した。比表面積を Brunauer-Emmett-Teller (BET)法で測定した。微構造を EPMA(日本電子製JXA-8230)で観察した。圧 縮強度の測定は直方体(約5×4×5 mm)に切 出した試料で行った。クロスヘッドスピード は0.05又は0.5 mm/minであった。圧縮方向 のひずみは試料の側面に貼られたひずみゲ ージで測定した。焼結条件毎に3-5 個の試料 を測定した。熱膨張係数は熱機械分析装置を 用いて熱膨張係数を100-800℃で測定した。 熱伝導度は岡山セラミックス技術振興財団 に依頼し、レーザーフラッシュ法で測定した。 4.研究成果

(1)開気孔モデル((1)式)を用いたヤング 率及び熱膨張係数の表現

(1)式中の σ₀は、緻密焼結体の強度(σ(dense))
 と1つの粒子をとり囲み破壊する粒界数(n_f)
 を用いて(8)式のように定義される。

表 1 開気孔モデルにおける多孔体のヤン グ率 (E_P) と破断ひずみ (ϵ_P)







図5 アルミナ多孔体の熱膨張係数の気孔 率依存性(Ref. 1: Hirata et al., Ceram. Inter. 42 (2016) 17067–17073. Ref. 2: Touloukian et al., Thermophysical Properties of Matter: Thermal Expansion, Nonmetallic Solids, Plenum, New York, 1977, pp. 176.)

$$\sigma_0 = \sigma(\text{dense}) \frac{n_{\rm f}}{2} \tag{8}$$

また、多孔体の応力とひずみに線形性を仮定 すると、多孔体のヤング率(E_p)と破断ひず み(ε_p)は(9)式で表され、表1に示す5通り の組み合わせが可能である。

$$= E(\text{dense}) \left(\frac{n_{\text{f}}(\text{porous})}{n_{\text{f}}(\text{dense})} \right) \left(\frac{f(p)}{F} \right) \varepsilon(\text{dense})$$
(9)

 $E_{\rm p}\varepsilon_{\rm p}$

ここで、f(p)は粒界面積($\pi y^2(N/V)^{2/3}$)であり、 F は緻密体の f(p)値である。f(p)値は(10)式で 示される。

$$f(p) = 3.046 \frac{(2p - 2p^2)D^{2/3}}{(4 - 3np^2 + np^3)^{2/3}}$$
(10)

*p*は収縮した粒子間距離(*h*)の焼結中の粒子 半径(*r*)に対する比(*h/r*) *D*は相対密度、 *n*は粒子配位数である。*p*値は線収縮率(*q*) を測定することで(11)式から求められる。

$$q = p \left(\frac{4}{4 - 3np^2 + np^3}\right)^{1/3}$$
(11)

一方で、 $E \geq \beta$ はそれぞれ次式で定義される。

$$E = \left(\frac{\partial \sigma}{\partial \varepsilon}\right)_{\rm p} \tag{12}$$

$$\beta = \frac{\left(\frac{\partial L}{\partial T}\right)_{\rm P}}{L_0} = \left(\frac{\partial \varepsilon}{\partial T}\right)_{\rm P} \tag{13}$$

ここで L_0 は室温での試料長さである。したがって、 $E \ge \beta$ の関係は次式となる。

$$\beta E = \left(\frac{\partial \sigma}{\partial T}\right)_{\rm P} \tag{14}$$

(14)式に表1のCまたはDのヤング率の関係 を代入すると、多孔体の熱膨張係数は緻密体 のそれと一致することになる。

 $\beta_{\rm P} = \beta_2 \tag{15}$

(2)アルミナ多孔体の圧縮強度、ヤング率、 熱膨張係数

40%以下の気孔率を有するアルミナ多孔体 では開気孔と閉気孔が共存する。一方で、40% 以上の気孔率ではすべてが開気孔である。図 4 はアルミナ多孔体のヤング率と気孔率の関 係を示す。ヤング率は気孔率の減少に伴い増 加し、気孔率10%付近で急激に増加した。気 孔率が0-10%のとき、ヤング率は閉気孔モデ ルの計算値((2)と(4)式)または開気孔モデル の計算値(表1のC)とよく一致した。10-50% の気孔率では測定値は開気孔モデルの計算 値(表1のCとD)の範囲に存在した。図5 はアルミナ多孔体の熱膨張係数と気孔率の 関係を示す。熱膨張係数はいずれの温度にお いても気孔率に依存せず、(3)式または(15)式 の関係を示した。





図 6 YSZ 多孔体の(a) 圧縮強度、(b) ヤ ング率、(c) 破断ひずみと粒界面積の関係 (表1参照)



図 7 YSZ 多孔体の(a)熱拡散率(α)(b) 定圧比熱(*C*_{P1})(c)熱伝導度(κ = *C*_{P1}α) と気孔率の関係

表2 SiC 酸化物助剤系の熱伝導度の 計算に用いた構造モデル

モデル	連続相(2)	分散相 (1)	分散相(3)
Α	oxide	pore	SiC
В	oxide	SiC	pore
С	SiC	pore	oxide
D	SiC	oxide	pore
E	pore	SiC	oxide
F	pore	oxide	SiC

図 6 に YSZ 多孔体の圧縮強度、ヤング率、破断ひずみについて粒界面積(f(p))との関係を示す。圧縮強度は f(p)値の増加に伴い線形的に増加した。緻密体の圧縮強度は 1633 MPa の平均

値を示した。(9)式の nf値は多孔体で 1.08、緻 密体で 3.99 であった。多孔体のヤング率は表 1のDの計算値と一致した。緻密体でヤング 率は急激に増加した。これらの傾向はアルミ ナ多孔体のヤング率と同様であった。破断ひ ずみは表1のAとCの計算値の間でばらつい た。図7に熱拡散率、定圧比熱、熱伝導度の 気孔率依存性を示す。熱拡散率は気孔率 20% まで一定であり、その後、気孔率の増加に伴 い低下した。比熱は気孔率の増加に伴い低下 した。熱伝導度は熱拡散率と定圧比熱の積で 表される。熱伝導度を(6)式の計算値と比較し た。

気孔率 30% まで

気孔分散相 - YSZ 連続相 の計算値とよく一致し、その後、気孔率の増 加に伴い YSZ 分散相 - 気孔連続相の計算値 に近づいた。

(4)炭化ケイ素 - 酸化物助剤 - 気孔からな る三相系の熱伝導度

三相系の熱伝導度 кь は次式で表される。

$$\kappa_{\rm b} = \kappa_{\rm a} - \kappa_{\rm a} V_3^{2/3} \left[1 - \frac{1}{1 - V_3^{1/3} (1 - \kappa_{\rm a}/\kappa_3)} \right] \quad (16)$$

ここで、κ_aは二相系の熱伝導度であり、次式 で表される。

$$\kappa_{\rm a} = \kappa_2 - \kappa_2 V_{\rm a}^{2/3} \left[1 - \frac{1}{1 - V_{\rm a}^{1/3} (1 - \kappa_2 / \kappa_1)} \right] \quad (17)$$

ここで、二相系の構造は連続相と分散相から なり、 $\kappa_1 \ge \kappa_2$ は分散相と連続相の熱伝導度、 V_a は分散相の体積割合 $(V_1/(V_1+V_2))$ を表す。三 相系の構造は上記の二相系構造を連続相と し、新たに分散相(熱伝導度 κ_3 、体積割合 V_3) を含む構造である。図8は表2の6つの構造 から計算された熱伝導度を示す。計算値はモ デル構造が $E \approx F < A < B < C \approx D$ の順に大き くなった。 $Al_2O_3 - Y_2O_3 - SiO_2$ 系酸化物助剤を 50 mass%含む SiC (Sサンプル)で測定され た熱伝導度は、相対密度 65%のとき A構造の 計算値と一致し、相対密度 85–98%のとき B 構造と一致した。気孔量の減少にともない、 連続相内の分散相は変化することが示され た。

(5)ムライト 炭化ケイ素 気孔の三相系 のヤング率と熱伝導度

応力 - ひずみの関係は相対密度 65%のと き線形を示し、相対密度81%のとき下に凸の 非線形となり、相対密度95%では上に凸 の非線形となった。非線形の応力 ひず み曲線のヤング率はひずみの関数とな り、ひずみが大きくなると一定値に収束 した。収束したヤング率を図9に示した。 ムライト:炭化ケイ素の体積比は 8:2 と 6:4 である。 ヤング率は気孔率が 20% から 35%に増加すると大きく減少した。 気孔率が 20%以下のとき、ヤング率は (2)式、(4)式、表1のC式の値に近く、 開気孔モデルと閉気孔モデルの理論式 で表された。気孔率35%では、ヤング率 は表1のD式の値に近く、開気孔モデル で表された。

図 10 に気孔率 12.8%のムライト 炭 化ケイ素系多孔体の熱伝導度の実測値 と計算値の比較を示す。ムライト:炭化







図 9 ムライト - 炭化ケイ素 - 気孔からなる 三相系のヤング率の気孔率依存性(ムライ ト:炭化ケイ素体積比 8:2(a)、6:4(b))

表3 ムライト 炭化ケイ素 気孔系の 熱伝導度の計算に用いた構造モデル

モデル	連続相(2)	分散相(1)	分散相(3)
No. 1	ムライト	SiC	気孔
No. 2	ムライト	気孔	SiC
No. 3	ムライト	-	SiC-気孔
No. 4	SiC	気孔	ムライト



相系の熱伝導度の実測値(点線)と計算値(棒の値)の比較

ケイ素体積比は7:3であった。表3の4つのモデルの熱伝導度を(16)式で計算した。計算には ムライト5.43 W/(m・K)、SiC 127 W/(m・K)、気孔 0.0265 W/(m・K)の熱伝導度を用いた。実測 値は計算値のモデルNo.1とNo.2に近かった。ムライト:炭化ケイ素体積比が6:4、気孔率が 25.0%の多孔体でも同様の傾向を示した。この結果はEPMAによる構造観察の結果と一致した。

5. 主な発表論文等

〔雑誌論文〕(計9件)

<u>T. Shimonosono</u>, T. Ueno, <u>Y. Hirata</u>, Mechanical and thermal properties of porous yttria-stabilized zirconia, Journal of Asian Ceramic Societies, 査読有, Vol. 7, 2019, pp. 20-30. DOI: 10.1080/21870764.2018.1547248

<u>Y. Hirata</u>, Y. Kinoshita, <u>T. Shimonosono</u>, T. Chaen, Theoretical and experimental analyses of thermal properties of porous polycrystalline mullite, Ceramics International, 査読有, Vol. 43, 2017, pp. 9973-9978. DOI: 10.1016/j.ceramint.2017.05.009

<u>Y. Hirata</u>, K. Takehara, <u>T. Shimonosono</u>, Analyses of Young's modulus and thermal expansion coefficient of sintered porous alumina compacts, 査読有, Ceramics International, Vol. 43, 2017, pp. 12321-12327. DOI: 10.1016/j.ceramint.2017.06.095

<u>Y. Hirata</u>, H. Shirai, R. Ando, Y. Matsumoto, <u>T. Shimonosono</u>, Theoretical and experimental analyses of relationship between processing and thermal conductivity of SiC with oxide additives, Ceramics International, 查読有, Vol. 42, 2016, pp. 13612-13624. DOI: 10.1016/j.ceramint.2016.05.156 他 5 件

[学会発表](計22件)

下之薗太郎、上野拓哉、平田好洋、イットリア安定化ジルコニア多孔体の力学特性と熱物性、 日本セラミックス協会第 31 回秋季シンポジウム、2018 年

<u>Yoshihiro Hirata</u>, Thermal Properties of Polycrystalline Alumina and Mullite, The 6th International Conference on the Characterization and Control of Interfaces for High Quality Advanced Materials and the 54th Summer Symposium on Powder Technology、2018 年

<u>平田好洋</u>、金属、セラミックス、複合材料の熱伝導度、熱衝撃、熱膨張係数の解析、日本セ ラミックス協会 2018 年年会、2018 年

<u>平田好洋</u>、木下裕介、<u>下之薗太郎</u>、茶圓知大、多孔質ムライト多結晶体の熱物性の理論的及び実験的解析、日本セラミックス協会第 30 回秋季シンポジウム、2017 年

<u>平田好洋</u>、金属とセラミックスの熱衝撃と熱膨張係数の理論的及び実験的解析、日本鉄鋼協 会特殊鋼部会、2017 年

<u>Yoshihiro Hirata</u>, Hideyuki Shirai, Ryo Ando, Yukako Matsumoto, <u>Taro Shimonosono</u>, Theoretical and Experimental Analyses of Relationship between Processing and Thermal Conductivity of SiC with Oxide Additives, 12th Pacific Rim Conference on Ceramic and Glass Technology (PACRIM 12), including Glass & Optical Materials Division Meeting (GOMD 2017), 2017 年

<u>Yoshihiro Hirata</u>, Theoretical prediction of compressive strength, Young's modulus and strain at fracture of sintered porous alumina compacts, 13th International Conference on Ceramic Processing Science, 2016 年 他 15 件

_ . ._..

6.研究組織
(1)研究分担者
研究分担者氏名:鮫島 宗一郎
ローマ字氏名:SAMESHIMA, Soichiro
所属研究機関名:鹿児島大学
部局名:理工学域工学系
職名:准教授
研究分担者氏名:下之薗 太郎
ローマ字氏名:SHIMONOSONO,Taro
所属研究機関名:鹿児島大学
部局名:理工学域工学系
職名:助教
研究者番号(8桁):80586610