## 非対称SPG膜の調製と膜分離への応用\*

久木崎雅人<sup>\*1</sup>·清水 正高<sup>\*1</sup>·中島 忠夫<sup>\*2</sup>

Preparation of new asymmetric type of porous glass membrane and application to membrane separation

Masato KUKIZAKI, Masataka SHIMIZU and Tadao NAKASHIMA

従来のSPG膜の透過性能を改善するため、分相速度の異なる2種類の基礎ガラスを層状に配した基礎ガラス管を前駆体とする非対称構造のSPG膜を調製した。NaO-CaO-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-ZrO<sub>2</sub>-SiO<sub>2</sub>系基礎ガラスの

Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>の含量を増すと分離相の成長速度は低下した。このため、Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>に富む基礎ガラスをスキン層に、 Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>含量の少ない基礎ガラスを支持層に用いてこれらを積層した後、2層構造基礎ガラス管に成形した。 1023Kで熱処理した基礎ガラス管の分離相を酸溶出し、非対称SPG膜を調製した。スキン層の平均細孔径 及び厚みは、それぞれ0.98µm及び15µmであった。非対称SPG膜の純水透過流束は膜抵抗の低減により従 来のSPG膜に比べて約10倍に増加した。アクリル樹脂微粒子を用いたサスペンションのクロスフロー精密 ろ過実験から、SPG膜の膜構造を非対称化すると透過流束が約2倍に増加した。

キーワード:SPG膜、非対称構造、相分離、分離膜1 はじめに

CaO-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-SiO<sub>2</sub>系ガラスのミクロ相分 離により調製されたSPG膜<sup>1)</sup>は、均一に制御され た独特の多孔構造を有し、数十ナノメーターから 数十ミクロンの幅広い領域で孔径を変化させるこ とができる。このような優れた特徴を生かして、 SPG膜は分画精度に優れた高機能分離膜<sup>2)</sup>として の利用が期待されている。しかしながら、従来の SPG膜は構造の均一な対称膜であるため、膜抵 抗が大きく、十分な透過流束を得ることができな かった。このため、SPG膜は分離膜の素材とし て優れた性能を有しながら、工業的な応用は期待 されるほど十分ではない。

一方、対称膜にみられるこのような問題を解決 するため、代表的な無機膜として知られるセラミッ ク膜においては、分離機能を有する極端に薄いス キン層とこれを支える厚い支持層からなる非対称

- \*1 材料開発部
- \*2 工業技術センター所長

構造を賦与することによって、膜抵抗を抑える方 法がとられている<sup>3)</sup>。しかしながら、このような セラミック膜は、セラミック粒子の焼結によって 多孔膜を形成させるので、粒子の粒度分布や充填 状態が均一でなく、孔径を制御することが難しい。 このため、十分な透過流束が得られるにもかかわ らず、分画性能が必ずしも十分ではない。また、 SPGの膜材としての優れた特性に着目して、こ れを多孔質セラミックの支持層に配する試み<sup>4)</sup>も あるが、ガラスとセラミックスの熱膨張係数の違 いによりクラックが発生し易く、欠陥のない膜を 得ることが難しい。

著者らは、従来のSPG膜におけるこれらの問 題を解決するため、スキン層及び支持層のいずれ も分相法SPGからなる非対称のSPG膜を開発し た。SPG膜の出発物質は、NaO-CaO-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-ZrO<sub>2</sub>-SiO<sub>2</sub>系の分相性基礎ガラスとし、そ の分相速度がAl<sub>2</sub>O<sub>3</sub>の含有量により大きく変化す る<sup>5:6)</sup>ことに着目して、互いに分相速度の異なる 2種類の基礎ガラスを層状に配した後、これを熱 処理及び酸処理して非対称SPG膜を調製した。

<sup>\*</sup> 有機無機複合膜による膜機能の高度化に関する 研究(第2報)

そして、得られた膜を用いて純水透過試験及びポ リメチルメタクリレート粒子を分散したサスペン ションの精密ろ過を行い、膜の性能評価を行った。

#### 2 実験方法

2-1 基礎ガラスの調製と分相速度の測定

シラス(九州パーミス㈱製,KP#60F)、ホウ 酸,炭酸カルシウム,炭酸ナトリウム,酸化アル ミニウム及び酸化ジルコニウム(いずれも和光純 薬工業㈱製,試薬1級)を調合し、1623Kで2h 溶融して表1に示す5種類のNaO-CaO-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-ZrO<sub>2</sub>-SiO<sub>2</sub>系基礎ガラスを合成した。基礎 ガラスの組成はAl<sub>2</sub>O<sub>3</sub>の量を変えるのみで他の成 分の比率は一定に保った。次に、基礎ガラスを 1023Kでt=10~80hの範囲で熱処理し、これを粉 砕して60~120meshに粒度調整した後、318Kの 0.5mol・dm<sup>-3</sup>のHCl溶液に5h浸漬して分離相を 溶出し、SPGを調製した。得られたSPGは、水 銀圧入式ポロシメーター(Micromeritics Inc.製, Pore Sizer 9320)により細孔分布を測定した。

表1 基礎ガラスの化学組成

					[wt%]
成分	А	В	С	D	Е
${ m SiO}_2$			51.00		
${ m ZrO}_2$			3.00		
$B_2O_3$			22.00		
CaO			18.00		
Na <sub>2</sub> O			6.00		
$\mathrm{Al}_2\mathrm{O}_3$	8.00	9.00	10.00	11.50	12.50

#### 2 - 2 基礎ガラスの積層実験

分相成長速度の異なる2種類の基礎ガラスをそ れぞれ溶融した後、1173K~1573Kの温度範囲で 積層した。次に、これを1003Kで25h熱処理した 後、粉砕し、318Kの0.5mol・dm<sup>-3</sup>のHCl溶液に 浸漬してSPGを調製した。走査電子顕微鏡(㈱ 日立製作所製,S-800M)により得られたSPGの 破面の微細構造を観察し、これと基礎ガラスの積 層温度の関係を調べた。 2-3 非対称SPG膜の調製と細孔構造の測定

2層構造基礎ガラス管の成形は吹きガラス法に より行った。非対称SPG膜のスキン層及び支持 層には、それぞれ分相速度の遅い基礎ガラス及び 分相速度の速い基礎ガラスを用いた。まず、分相 速度の遅い基礎ガラスと分相速度の速い基礎ガラ スをそれぞれ粘土るつぼで溶解した後、作業温度 まで冷却した。次に、ステンレス製の吹き竿の一 端に、分相速度の遅い基礎ガラスを巻き付けた後、 分相速度の速い基礎ガラスを被せた。これとは別 に、ステンレス製パイプに巻き付けておいた分相 速度の速い基礎ガラスに、吹き竿に巻き付けたガ ラスを付着させた。さらに、吹き竿に空気を吹き 込みながらガラスを引き延ばし、外径5mm、肉 厚0.36mm、長さ250mmの2層構造基礎ガラス管 に成形した。この基礎ガラス管は分相速度の遅い 基礎ガラスを内側に分相速度の速い基礎ガラスを 外側に配し、前者の厚みは15((mであった。次に、 これを1023Kで25h熱処理した後、318Kの0.5mol・ dm<sup>-3</sup>のHCl溶液に浸漬して分離相を溶出し、非 対称SPG膜を調製した。得られた膜の細孔構造 の測定と観察には、上述の水銀圧入式ポロシメー ターと走査電子顕微鏡を用いた。

2 - 4 純水透過実験及びサスペンションの精密
 ろ過実験

非対称SPG膜の純水透過実験は、透過圧力 P= 25~147kPaの範囲で純水を膜に透過させ、透過 流束を測定した。液温Tは303Kに保持した。なお、 比較のため、スキン層と同じ細孔を有する対称構 造のSPG膜を用いた。サスペンションの精密ろ 過実験では、平均粒径1.52µmからなるほぼ単分 散のpolymethyl methacrylate (PMMA)系球 状粒子(㈱綜研化学製,MP-1401)を0.2wt%の ドデシル硫酸ナトリウム(㈱和光純薬工業製)水 溶液に0.3wt%分散したものを用いて、これを P=38kPa,管内流速は2.0m・s<sup>-1</sup>の条件でクロス フローろ過した。透過液に含まれるPMMA粒子 の濃度は分光光度計(㈱島津製作所製,UV-140-02)を用いて濁度法により求めた。

- 3 結果及び考察
- 3 1 基礎ガラスの分相速度に及ぼすAl₂O₃の 影響及び基礎ガラスの積層条件

分相性基礎ガラスは熱処理時間の経過と共に微 相の界面エネルギーを駆動力にして分相が肥大成 長する。一方、基礎ガラスにAl<sub>2</sub>O<sub>3</sub>を添加すると 分相を抑制することが知られている<sup>5-6</sup>。このた め、SPGの細孔径の時間変化をもって分相の成 長速度とし、Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>の含量によってこれがどのよ うに変化するかを調べた。表1に示す組成の NaO-CaO-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-ZrO<sub>2</sub>-SiO<sub>2</sub>系基礎ガラス を1023Kで熱処理したときの時間tとこれより得 られるSPGの平均細孔径Dmの関係を求め、この グラフのt = 25hにおける接線の傾きから分相成長 速度を算出した。t = 25hにおける分相成長速度と Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>の含量の関係を図1に示す。Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>の含量 が8.00wt%(A)~12.50wt%(E)の範囲では、 これを増すと成長速度が低下した。



次に、図1において分相成長速度の最も速い (A)組成の基礎ガラスに最も遅い(E)組成の基礎 ガラスを積層し、これより得られるSPGの積層 界面の微構造の走査電子顕微鏡写真を図2に示す。 積層の作業温度が1173K~1273Kでは基礎ガラス の粘度が低いためにガラスの接合が十分でなく、 異種ガラスの界面に空隙や酸に不溶な相が観察さ れた。一方、積層温度が1273Kを越えると異種ガ ラスの界面はガラス骨格が連続する、欠陥のない 非対称構造のSPGが得られた。



図2 スキン層及び支持層基礎ガラスの積層 条件とSPGの微細構造の関係

#### 3-2 非対称SPG膜の調製と微構造評価

図1において成長速度の最も遅い(E)組成及び 最も速い(A)組成の基礎ガラスをそれぞれスキン 層及び支持層としてこれらを1373Kで積層した後、 2層構造基礎ガラス管に成形した。(E)組成の基 礎ガラスは内側に、(A)組成の基礎ガラスを外側 に配した。また、これらの基礎ガラスの熱膨張係 数は、それぞれ7.1×10<sup>-7</sup>K<sup>-1</sup>及び7.4×10<sup>-7</sup>K<sup>-1</sup> でほぼ同じ値を示し、成形したガラス管に割れは 全く生じなかった。次に、この基礎ガラス管を 1023Kで25h熱処理した後、分離相を酸溶出して 非対称SPG膜を調製した。図3に得られた膜の 走査電子顕微鏡写真を示す。

膜の断面の観察から、厚さ345µmの支持層の内 側に15µmの均一なスキン層が形成されているこ とがわかる。また、孔径の小さいスキン層と孔径 の大きい支持層は、いずれも分相構造を反映して、 細孔は均一に制御された3次元絡み合い構造を有 した。水銀圧入式ポロシメーターによる膜の細孔 分布測定によれば、図4に示すようにスキン層及 び支持層のDmは、それぞれ0.98µm及び4.22µmで 2元細孔分布を有した。膜の気孔率は0.58であっ た。

#### 非対称SPG膜の調製と膜分離への応用



# 3 非対称SPG膜の純水透過流束と精密ろ 過

非対称SPG膜に純水を透過したときの透過圧 力と透過流束の関係を図5に示す。比較のため、 対称構造SPG膜の結果を併せて示した。非対称 SPG膜の純水透過流束J<sub>w</sub>は透過圧力 Pに比例し て上昇し、対称膜のJ<sub>w</sub>に比べて増加した。

次に、PMMA粒子を分散したサスペンション のクロスフローろ過におけるJ、及び粒子のみかけ の阻止率Robsの経時変化を図6に示す。比較のた め、対称膜の結果を併せて示した。PMMA粒子 はスキン層のD<sub>m</sub>=0.98µmより大きいので膜にほ



とんど阻止され、J、は約10minで定常に達した。 非対称SPG膜の定常透過流束 J、よは対称構造の SPG膜の場合に比較して約2倍に増加した。純 水透過試験に比べて精密ろ過試験の透過流束が低 下したのは、膜面に堆積した PMMA粒子のケー キ抵抗によるものと考えられる。

### 4 まとめ

SPG膜の膜分離性能を向上させるため、スキン層と支持層の2層構造からなる非対称SPG膜を調製し、精密ろ過における膜構造の効果を調べ、次のことを明らかにした。

(1) 分相速度の著しく異なる2種類のNaO-CaO-

Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-ZrO<sub>2</sub>-SiO<sub>2</sub>系基礎ガラスの積層に より非対称構造の管状SPG膜が得られた。

基礎ガラスの分相速度は、Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>の含量を変 えて調整した。得られたSPG膜はスキン層と 支持層のいずれも、均一に制御された細孔が3 次元的に絡み合った多孔構造を有し、膜の内側 に厚さ15µmの均一なスキン層が形成された。

(2) 純水透過流束の測定及びサスペンションの精密ろ過実験から、非対称SPG膜は従来の対称構造のSPG膜に比べて高い膜透過流束が得られ、優れた膜材であることが判明した。

- 5 参考文献
- 1 ) Nakashima, T., M. Shimizu and M. Kawano: US Pat., 4657875 (1987)
- 2)中島忠夫,清水正高:化学工学論文集,15(1981)645-651
- 3) 安部文夫,高木茂和:日本特許,H1-304006(1989)
- 4) 矢沢哲夫,中道 弘,江口清久,山口 修: 日本セラミックス協会誌,96(1988)566-570
- 5)守屋喜朗:窯業協会誌,78(1970)24-32
- 6)中島忠夫,黒木裕一:日化,8(1981)1231-1238
- 7) 松本 豊, 中尾真一, 木村尚史: 化学工学論 文集, 13 (1987) 100-105