特別寄稿2

# アミノ基を有する有機金属構造体 (MOF) ナノ粒子の効果的な分散による膜分離 CO2回収プロセスに資する高選択性混合マトリクス膜 (MMM)の開発研究



京都大学高等研究院 物質 - 細胞統合システム拠点 特定准教授 ゃまぐち だいすけ 山口 大輔



旭硝子株式会社 技術本部 商品開発研究所 事業創出グループ <sup>さくらい</sup> けんと 櫻井 研人



京都大学大学院 エネルギー科学研究科 修士課程学生 <sup>わきもと</sup> かずき 脳本 和輝

突から CO2 を除くために必要な選択性に関しては許容範 囲内にあるものの、透過係数に関して数十 Barrer 程度低 い点は克服されなければならない。発電所からの多量の 排出ガスに対して費用対効果の高いプロセスを確立するに は、現状の選択性を維持したまま透過性が数桁高い材料 を生み出すという課題は避けられない。分離膜技術に用 いられるマイクロポーラス材料は元来ゼオライト、有機金 属構造体 (Metal Organic Frameworks, MOF)<sup>2)</sup>、共有 結合性有機構造体などのように無機から有機までの構造 体を包含しうるが、現在の工業用膜を構成している選択機 能物質の薄膜は、実用に資する加工の容易さと物理的耐 久性を兼ね備えていることが要求されるため強靭な高分子 薄膜を用いることが好まれる。大部分の高分子中でのガ ス輸送は、透過係数 (P) が溶解度 (S) と拡散定数 (D) の 積で表わされる溶解拡散モデルにより説明される。PIM (固有微多孔性高分子)<sup>3)</sup>は固く制御された主鎖骨格構造 を有するマイクロポーラスポリマーの一種であり、固有の高 い透過性を有するが、市販の高分子材料に比べて選択性 が劣る。熱処理<sup>4)</sup>または他の手法<sup>5)</sup>による PIM-1 や他の (熱による再配列が可能な)ポリマーの改質により、透過-選択性に関する性能は向上する<sup>6)</sup>が、(しばしば、膜と他 の支持構造の耐熱性が釣り合っていないこともあるため)、 熱処理は膜分離技術全体で見れば、複雑な技術要素を加 えることになりかねない。

高分子膜に対する後処理よりも簡便で、高性能な特殊ポ



京都大学高等研究院 物質 - 細胞統合システム拠点 教授

シバニア イーサン



京都大学高等研究院 物質 - 細胞統合システム拠点 特定助教

ガリ ベヘナム



JXTG エネルギー株式会社 知多製造所 需給計画グループ きのした ようすけ 木下 陽介

# 1. 緒言

大規模な二酸化炭素回収貯留 (CCS) に関する現在の 標準技術は吸収塔を用いた液相での吸収法に基礎を置い ているが、この方法による計画は多く提案されているもの の、そのほとんどは経費が嵩み過ぎるために実行に移され ない。それ故、より費用対効果の高い技術的な解決法を 提示することは不可欠な状況である。膜分離はしばしば液 相吸収法に替わる技術として検討されている。しかしなが ら、現行の工業用膜の技術レベルでは事実上吸収法と同 程度に高価な手法にすぎない。その理由は、ガス選択膜 を通り抜けるガスの流速が遅いために、一つの1000MW の発電所の CCS を行うだけでも億 m<sup>2</sup> 単位の工業用膜が 必要になるためである<sup>1)</sup>。膜に要する経費が1平方メート ルあたり 50US ドルとして膜分離法を CCS の手段として適 用したとすれば、その主要な経費は余りにも高価とされて いる吸収塔の方法と大差ない。今後、膜技術をCCSの 解決法として発展させるには、大幅な膜面積の低減、即 ち高選択性を維持しつつ安価でより高い透過性を有する 膜材料の開発が鍵である。新たな研究は(選択性と透過 性において)より高い性能を発揮する高分子の開発を目的 として進められている。しかしながら、CCS 技術に必要 とされるような高機能な高分子材料の価格を短期間のうち に大幅に引き下げることはおそらく現実的ではない。典型 的な(既存の)工業用膜は、天然ガス源または排気筒の煙

リマー合成よりも安価な手段は混合マトリクス膜 (MMM) によるものである。これは、高分子と無機マイクロポーラ ス物質の互いの利点を結合させるというコンセプトに基づ く。初期の高分子膜への添加剤はゼオライト、シリカ、活 性炭であったが最近は MOF 添加剤に注目が集まっている <sup>7.8</sup>。MOF が有する規則正しく密に配列された多孔構造と 有機配位子の選択により高分子マトリクスとの化学的親和 性を微調整できる特長は、他の充填剤では容易には得ら れないものである。本研究で、我々は PIM-1 (ポリマー) と化学的・熱的安定性に優れることで知られる Zr (ジル コニウム) ベースの MOF システムである UiO-66 の組み合 わせにより、高い選択性と透過性を併せ持つ MMM を創 製した (図1)。PIM-1 はすでに高い透過性を有するため、 目的はUiO-66の添加による選択性の向上にある。通常 高分子膜に MOF を添加することで複合材料の透過率は 上昇するが、選択性の向上はほとんど見られない。本稿 では、合成時の水分量の調節により MOFの(結晶) サイ ズを小さくすることで、その副次的効果として透過性に影 響を与えることなくガス選択性を顕著に高められることを 示す。また MOF の官能基にも変更を加え、サイズと併せ て2種のパラメータが共に作用することで、調査に用いた 3種類の工業用膜に対しても同様に選択性を向上させるこ とに成功した。



図1 本稿で用いた MMM の創製

(a) UiO-66 はジルコニウムイオンとテレフタル酸から合成される。

- (b) UiO-66 結晶のナノサイズ化は、合成の際の含水量の調節と MOF 壁面への官能基導入により行われる。
- (c) PIM-1の分子構造。
- (d) PIM-1と MOF 粒子の組み合わせにより、N<sub>2</sub>(窒素)から CO<sub>2</sub>
  (二酸化炭素)を分離する MMM が形成される。

図中、炭素原子は緑、酸素原子と水素原子はそれぞれ赤と白、窒素、 アミン、臭素は青で表される。

#### 2. ポリマー及び MOF の合成とキャラクタリゼーション

PIM-1の合成は、5,5',6,6' - テトラヒドロキシ -3,3,3',3' - テトラメチル -1,1' - スピロビインダンと 1,4- ジシアノテトラ フルオロベンゼンの重縮合により行った。Zr-MOF の調製 には ZrCl<sub>4</sub> と 3 種類の有機配位子 (テレフタル酸、2-アミ ノ-1.4 ジカルボキシベンゼン、2-ブロモ-1.4 ジカルボキシ ベンゼン)を用いた。UiO-66 粒子をナノスケールでサイズ 調整するために含水量を調節する手法を用いた。以下では 明瞭に区別するために、含水量を調節する手法を用いずテ レフタル酸をリンカーとして有する Zr-MOF をリファレンス として UiO-66-ref と表記し、それ以外の含水量を調節す る手法を用いた微結晶化 Zr-MOF については、配位子の 官能基に応じて UiO-66-H、UiO-66-NH<sub>2</sub>、UiO-66-Br と 表記する。

UiO-66-ref の粒子は 100-200nm の立方晶が凝塊を形成した構造を呈している (図 2a)。含水量を調節する手法を用いることで、UiO-66-H、UiO-66-NH<sub>2</sub>、UiO-66-Brでは凝塊を形成するナノ微結晶のサイズは 20-30nm へと減小する傾向が見られる (図 2b)。すべての UiO-66 粉末に対する N<sub>2</sub> の等温吸着の結果から骨格構造由来のミクロ孔(孔径 2nm 以下)と凝塊を形成するナノ粒子間の隙間に由来するメソ孔(孔径 2-50 nm)の存在が示されている。

含水量の調節により作製された UiO-66-H の BET 比表 面積は 1115.4m<sup>2</sup>g<sup>-1</sup> でこれはより大きな UiO-66-ref 粒子 の値 (1320.1m<sup>2</sup>g<sup>-1</sup>) と比べるとわずかに低い。官能基を導 入した UiO-66-NH<sub>2</sub>、UiO-66-Br では BET 比表面積は 708.6 と 585.4m<sup>2</sup>g<sup>-1</sup> にそれぞれ減少する。その理由として 剛直な  $-NH_2$  基または-Br 基がミクロ孔に突き出してい ることが考えられる。(含水量などの)合成条件の調節に よって作製された粒径の小さな MOF 粒子は、凝塊の中に 空隙が存在することに加えて(結晶化度が低いため)多く の内部欠陥を含むことにより、その BET 比表面積、結晶 化度と合成時の調製条件との相関は複雑である。これら の因子に対する議論の拡張も可能であるが、本稿では議 論しないことにする。

異なる官能基および粒径を有する Zr-MOF 粒子を5~ 40wt%の含有量で PIM-1 溶液中に分散し、厚さ~80 $\mu$ m の高分子膜の調製に用いた。添加物に関する含有の程度 と化学的な痕跡は FT-IR (赤外分光)および熱重量分析 測定を追加で行うことにより確認し、一方で (PIM-1)マト リクス中のいかなる含有量においても MOF 粒子が結晶構 造を保っていることは、コンポジットを粉末 X 線回折で測 定することにより確かめた (図 2c)。

含水調節合成により MMM 中で Zr-MOF 粒子の分散 性が改善することは、MOF 粒子のミクロン分散膜とナノ 分散膜の透明性の差異により確かめられる(図 2j, k)。大 きな凝塊が含水条件を用いずに合成した UiO-66 (-ref) MMM の断面走査電子顕微鏡 (SEM) 観察において見ら れるが(図 2d-f)、これは含水調節により合成した UiO-66-NH<sub>2</sub> MMM 試料の場合には見られない(図 2g-i)。また MOF 粒子が -NH<sub>2</sub> 基を含むことにより、粒子 / ポリマー界 面における接着性が顕著に改善されることも観察される。



図 2 MOFとMMM の物理的キャラクタリゼーション

(a) ミクロンサイズの粒径を有する UiO-66-ref 粒子の乾燥した凝塊の SEM (走査電子顕微鏡)像

(b) 含水量調節の手法を用いて合成されたナノサイズの粒径を有する UiO-66-H MOF 粒子(スケールは 200nm)

(c) UiO-66-NH<sub>2</sub> 粒子の充填量が異なる PIM-1 膜の粉末 X 線回折プロファイル

(d-f) 20wt%のUiO-66-ref 粒子を含む PIM-1/UiO-66 MMMの断面 SEM 像

(g-i) 20wt%のUiO-66-NH<sub>2</sub>粒子を含む断面SEM像の倍率が異なる像

(j) 20wt%の UiO-66-ref 粒子を含む MMM の写真

(k) 20wt%のUiO-66-NH<sub>2</sub>粒子を含む MMM の写真

### 3. ガス透過特性

UiO-66-ref 粒子において(膜中の)含有量が10wt%に 増加する段階ではあらゆる単独ガスに対する透過性は劇 的に増加する一方、単ガス測定における理想的な選択性 はポリマー(PIM-1)単体の場合と似たレベルを保っている。 より高い(MOF)含有量、即ち20wt%では透過性は高分 子のみの場合に比べて約2倍に増加する。この高い透過 性と低い選択性は、従来から見られる挙動であり、SEM 観察(図2d-f)に示されるように 'Sieve-in-a-cage(漏れ孔 の空いた容器)'状を呈する MOF 粒子とポリマーの界面で 生じた欠陥から、ガスが選択性とは無関係に拡散すること に由来する。

含水調節合成による UiO-66 粒子を低い分率で添加した場合は明瞭に異なり、CO<sub>2</sub>の透過性に関する変化は最小限に留まり(単ガス測定における)理想的な選択性の上昇が見られる。UiO-66 粒子のより高い充填率においては、UiO-66-ref 粒子の場合とは対照的に透過性は低下する一方で、一般的なガス選択性は高い値を保ち続ける。

この選択性の向上が大幅に高められた傾向は、アミノ

基を有しサイズの調製された MOF 粒子である UiO-66-NH<sub>2</sub>に対するもので、選択性と透過性の最適化条件は低 い充填率(5-10wt%)において見られる。これとは異なり、 プロモ基を有する UiO-66-Br 粒子を導入した PIM-1 膜に おいて、ガス分離における選択性は優位には変化しない。 より含水量の多い条件で合成されたサイズの小さい UiO-66 粒子を添加すると膜透過性は低下する。これは調整さ れた、よりサイズの小さい UiO-66 粒子の集合が本質的に 貫通孔のない凝塊を形成するためと考えられる。実際、図 3a, b に示すように充填物の全含有量が 40wt% に近づく と透過性と選択性の傾向に関して充填物の凝塊が連続相 を形成することを示すような逸脱が現れる。そのような状 況では構造 - 物性値間の関係を解釈することがより難しく なる。

本稿で報告する結果は(混合ガス、高圧力下という動 作条件も含めて) $CO_2/N_2$ 分離に関しては~70%、 $CO_2/$  $CH_4$ 分離に関しては~95%という相当に高い範囲内での 選択性の向上を達成しつつ、高い透過膜を創製するとい う目標を強力に推し進めて得られたものである。いわゆる Robeson プロットと呼ばれる( $CO_2/N_2$ の)選択性と透過 性の上限値を示すプロットにおいて、UiO-66-NH<sub>2</sub> ナノ粒 子を含む PIM-1 コンポジットは PIM-1 が有する元来の選 択性を高めることで、排出ガスからの最適 CO<sub>2</sub> 分離性能 に関して最近の報告で分離膜に要求されている選択性 / 透過性の目標値枠の中に位置している (図 3d 参照)。

より的確に言うとこの目標値枠は、資本金とプラント稼働 のコストを含む全体の経費を考慮して、膜分離プロセスを 用いた CO<sub>2</sub> 回収にかかるコストが現状のアミン吸収プロセ スによる回収コスト(40-100US\$/CO<sub>2</sub>トン)に匹敵するよう に、透過性が 1000GPU 以上で、CO<sub>2</sub>/N<sub>2</sub> 選択性が少なく とも 20 という条件を満たす膜を対象に設定されている。 本研究は高い透過性が備わっている PIM-1の選択性 を高めるような複合膜(MMM)の創製に焦点を絞ってい るので、我々のデータを特定の最近報告された他の PIM-1/MOF 複合膜と比較することは示唆的である。最近報 告された PIM-1と MOF (それぞれ UiO-66、チタン置換 UiO-66、UiO-66-NH<sub>2</sub> および ZIF-8を用いている)を基に した MMM の膜の特性を図 3c にまとめて示す。これら のデータにはそれぞれの MMM を開発した研究室で独自 に測定した PIM-1単独の膜の物性値で規格化した値が示 されており、その結果は互いに類似して UiO-66 を添加す ることで膜の透過性は高められるものの、相対的に選択性 にはほとんど改善が見られないという傾向を示している。



図3 ガス輸送特性

- (a)ガス透過性(◇,◆ CO<sub>2</sub>:▲,△ O<sub>2</sub>:▼,▽ CH<sub>4</sub>:●,○ N<sub>2</sub>)および(b)理想的な選択性(■,□ CO<sub>2</sub>/CH<sub>4</sub>:●,○ CO<sub>2</sub>/N<sub>2</sub>:◇,◆ O<sub>2</sub>/N<sub>2</sub>)に関 するMMM中のMOF含有量依存性;UiO-66-NH<sub>2</sub>(図3a中◆,▲,▼,●:3b中■,●,◆)とUiO-66-ref(図3a中◇,△,▽,○:3b中□,○,◇)の場 合の比較。測定は298K、4barの条件下で実施。透過性のデータは3回の平均値を表示、エラーバーはその標準偏差。
- (c) PIM-1/MOF粒子MMMにおけるCO<sub>2</sub>/N<sub>2</sub>選択性向上に関する文献値(□:添数字の1,2,3は参考文献<sup>10</sup>、4は参考文献<sup>11</sup>、5,6は参考文献<sup>12</sup> から引用)との比較。本研究の結果は5wt%および10wt%のUiO-66-NH<sub>2</sub>粒子(●)、UiO-66-Br粒子(●)、UiO-66-H粒子(●)、および UiO-66-ref粒子(●)を充填したMMMから得られたものである。
- (d) 最近のMOF MMMに関する総説(参考文献<sup>7,8</sup>))から得られる理想的なCO<sub>2</sub>/N<sub>2</sub>選択性に関するRobesonプロットの文献値からのデータ(■ はポリマー単独の場合に比べて選択性・透過性共に性能の向上が得られているもの、■はポリマー単独の場合に比べて選択性が向上してい るもの、■はポリマー単独の場合に比べて透過性が向上しているものを示す)と本研究のUiO-66-NH<sub>2</sub>およびUiO-66-ref粒子を用いたMMM の種々の粒子充填率(wt%で表示)試料からのデータとの比較。図中、赤色および紫色の矢印はそれぞれPIM-1単独(○)に対して、CO<sub>2</sub>/N<sub>2</sub> の理想的な選択性およびCO<sub>2</sub>の透過性が向上する方向を示す。参考文献<sup>1)</sup>において推論されている排気ガスからのCO<sub>2</sub>回収のために目標と すべき膜性能の領域を青色の四角で囲っている。また、青色の線はRobeson上限ラインとされるもので、2008年に参考文献<sup>13)</sup>において総括さ れた現状の高分子膜性能の上限値を示している。

我々が報告したデータと他の含水調節を行わずに作製 された UiO-66 MOF を用いたデータとの差異は顕著であ る。MOF の粒径を下げるために含水量の調節により合成 された試料を用いた我々の結果では、透過性をほとんど 損なうことなしに選択性を高めることができた。さらにこ の選択性の向上は MOF 表面に現れる官能基にアミノ基 (-NH<sub>2</sub>)を用いることでより効果を高められる。

ここで紹介した高い特性は、新世代型高性能ガス分離 MMMを最適化するにあたり、そのサイズ、官能基特性、 充填量に依存する相挙動の重要性をよく理解することで合 理的に説明できる。幾つかの高い特性を示した結果の中 で、より良い選択性の向上は比較的低い MOF 含有量(5-10 wt%)時に見られており、このことは MOF の充填量を増 やした際に、凝塊した MOF 粒子によって微結晶化 MOF 充填によって得られる効果が低減されてしまっていること を示唆している。

UiO-66-H 粒子の場合、10wt% までの低充填量域にお ける選択性の向上は、さらにアミノ基の効果を追加した UiO-66-NH2粒子の場合に比べて中程度に留まっている。 この選択性の向上がアミノ化した MOF に備わる選択吸 着性の寄与に因るとする考察は、高選択性が低充填量域 で最適化されているという結果からは好ましくない。高分 子と固体表面の間に働く強い相互作用から生じる良く知ら れた原理から、高度に分散されたアミノ基を有する MOF 粒子の表面により、細孔分布及び高分子鎖の剛直さが変 化したという見方の方がより合理的な説明であろう。UiO-66-ref および UiO-66-NH2 との PIM-1 コンポジットからの 赤外吸収スペクトル (FT-IR) のデータを詳細に比較する と、エーテル結合の伸縮振動による吸収に差が見られる。 これは UiO-66-NH<sub>2</sub> コンポジットにおいて相互作用性の強 い MOF/ 高分子界面が存在するという考察を支持する。 高分子の剛直化は選択性の向上につながるが、透過性の 低下も招く。しかし、MOF の添加量が少ない場合には、 UiO-66MOF 粒子自体が多孔構造体であるため、PIM-1 の透過性の損失を補うことができ、コンポジット全体とし ては、選択性は向上するが透過性の低下は起こらない。

図 3d に含まれるデータが MOF を用いた高い透過性 (CO<sub>2</sub> 透過性 > 100 Barrer)を有する MMM に限られて いることを強調しておくことは重要である。ここでは、文 献に報告されている高分子単独の膜についても広範に特 性比較を行う意図はない。なぜなら、本研究の前提が確 立された高分子材料に MOF 充填剤を添加することの有 用性と簡便さを調査することに立脚しているからである。 正方形の印(上半分、右半分、および全体が黒色のもの) で表示される他の MOF コンポジットのデータを概観する と、選択性、透過性、およびその双方が向上しているも のが種々存在するが、明瞭な結論としては、MOF を用い た MMM は透過性を改善させる傾向は強いものの、顕著 な選択性の上昇をもたらすものは稀にしか見られないとい うことである。

MMM が示すさまざまな傾向の中で、最近、透過性と 選択性が相互にトレードオフの関係にあるという指摘がな され続けている。活性炭や溶融シリカを添加することで選 択性を向上させた例は多く見られる。過去に報告されてい る MOF を用いた様々な MMM の組み合わせの中で重要 なものは図3に示す比較の中で用いられている。他には、 アミノ基を有する MOF-199 粒子が 6FDA-ODA ポリイミド との MMM 中で CO<sub>2</sub>/CH<sub>4</sub> 選択性を 35% まで増大させた 例や、CO<sub>2</sub>/CH<sub>4</sub>分離関連では安息香酸含有量の調節によ り合成したアミノ基を有する UiO-66 粒子を用いた MMM で、元来透過性の低いポリイミド膜中に単独で 30wt% も の高い含有量であるにもかかわらず、50%の選択性増大 を報告しているものも存在する。基材膜がポリイミドの場 合には、ナノシート形状の MOF 粒子を加えることで選択 性の増加が 35% になったものもある。最近の MOF を基 調とした MMM の総説で明らかにされているように、選択 性の増加が報告されているものの大部分に関して(6FDA-ODA、Matrimid、Pebax のような基材膜が用いられてい るが)、その透過性は PIM の水準の材料を用いてはじめ て可能となる透過性に比べると1-2桁低い。

従って、我々のデータをより完全な MOF/ 高分子コンポ ジットの文献調査の中で位置づけることも有益と思われる が、その結論は、透過性が低い高分子膜(CO<sub>2</sub> 透過性 < 100 Barrer) に対して MOF を添加することで顕著な特性 (主に選択性)の向上を成し遂げている先行例は存在する が、本稿で示す結果は、先行例と同程度の選択性の向上 を透過性が高い高分子膜(CO<sub>2</sub> 透過性 > 1000 Barrer) に対して行った(極めて) ユニークな例ということである。

#### 4. ミクロスケールの剛直化による力学的効果

粒径の大きな UiO-66-ref およびアミノ基を有し、サイズ 調整された UiO-66-NH<sub>2</sub> を充填剤として含有する MMM のヤング率と硬度を求めた結果を図 4a に示す。UiO-66ref コンポジットの力学特性は基材膜 (PIM-1) に比べて低 下する。

しかし、UiO-66-NH<sub>2</sub>の場合には、ガス分離性能を最 適化する値(5-10wt%)に相当する低い含有量の MOF コ ンポジットにおいて実際に力学特性が高められる。より高 い含有量のコンポジットでは力学特性は再び低下に転じる が、これは膜内に添加した MOF の凝塊がより多く生成す れば、想定されることである。特に UiO-66-ref コンポジッ ト膜では、20wt% の含有量を超えた時点でガス分離実験 に係る取り扱いに堪えられない程に脆くなるが、ナノサイズ 化された UiO-66-H、UiO-66-NH<sub>2</sub>、UiO-66-Br に関しては、 その倍の量を含有させることが可能であるという観察から も力学試験の結果が裏付けられる。

エイジングはガラス状態にある物質が長期間にわたって より密度の高い形態へと緩和する現象である。PIM-1 は 主鎖の歪み構造がもたらす疎なパッキングによって初期に 大きな自由体積を示すが、数ヵ月に渡って透過性が低下 すると同時に選択性が向上することが知られている。アミ ノ基を有し、サイズ調整された UiO-66-NH<sub>2</sub> を PIM-1 に 添加するとエイジング挙動が安定化され、より変化の少な い選択特性が一年にも及ぶ試験期間にわたって得られた (図 4b 参照)。実用上の膜は (スパイラル状に巻かれたガ スモジュールの場合) 基材膜の薄いフィルムを用いて作られ る。そのような場合には、薄膜化プロセスの条件が、ゆっ くりと平衡に達した条件下のバルク材料研究と合致しない ことから、バルク状態に匹敵する膜厚の透過性および選 択性は最終的な材料特性を良く反映しないことが起こり得 る。例えば、セラミック支持基盤上に作製された1µm厚 の PIM-1 薄膜 (図 4c) はその CO<sub>2</sub>/N<sub>2</sub> 選択性が 9 であり、 バルク状態の場合と比べて45%の損失を示す。UiO-66-NH。を添加した MMM にみられる力学特性の向上は、薄 膜状態での安定性の向上を予期させるものである。それ故、

アミノ基を有し、サイズ調整された UiO-66-NH<sub>2</sub> を添加した MMM に関しては、バルク状態の膜が有する  $CO_2/N_2$  分離能の約 90% を保持することが 1  $\mu$ m 厚の薄膜でも可能となることが分かる。

PIM-1 が、とりわけ CCS に関して魅力的な将来の膜分 離材料であることは確実である。一方で、同様の(透過性 の損失が少なく)選択性の向上が見られる結果が、含水 量調節合成法によるアミノ基を有する充填剤(即ち UiO-66-NH<sub>2</sub>)を用いることで、Pebax やポリウレタンのような工 業的に用いられる高分子材料でも得られた。3種の材料 (PIM-1、Pebax、ポリウレタン)のすべてにおいて、CO<sub>2</sub>/ N<sub>2</sub>選択性が最大で~70%向上した結果を図4dに示す。 PIM-1 がガラス状高分子である一方、ポリウレタンはゴム 状の材料であり<sup>9)</sup>、そのため、最大の選択性向上がUiO-66-NH<sub>2</sub>の充填率がより高い条件で実現していることは注 目に値する。



図 4 PIM-1 MMM の力学特性に関する調査と他の高分子 MMM において類似の特性が得られることの実証

- (a) PIM-1/UiO-66 MMMにおけるヤング率および押し込み硬度のMOF粒子充填率依存性。エラーバーは20箇所の測定点の標準誤差を表している。測定は室温で実施した。弾性率(E)と硬度(H)の平均値は(押し込み)深さ4µmの位置で計算した。
- (b) PIM-1膜(△,○,□)およびPIM-1/UiO-66-NH<sub>2</sub> MMM(MOF粒子含有量10wt%)(▲,●,■)のエイジング挙動の比較。N<sub>2</sub>透過性(▲, △)、 CO<sub>2</sub>透過性(●,○)、CO<sub>2</sub>/N<sub>2</sub>選択性(■,□)。測定は全て4bar、25℃で実施した。エイジング調査のための測定以外の間の期間は25℃減圧 下で試料を保管した。
- (c) セラミック支持基盤の表面に置いたPIM-1/UiO-66-NH<sub>2</sub>薄膜(MOF 含有量5wt%)の断面SEM像:スケールは500nmを表す。
- (d) 異なるポリマー材料を用いたUiO-66-NH<sub>2</sub> MMM(灰色、PIM-1;赤色、Pebax:青色、ポリウレタン(PU))のCO<sub>2</sub>/N<sub>2</sub>選択性の比較。各々の柱状 グラフの上の数値は、対応する膜のCO<sub>2</sub>透過性(単位:Barrar)を表す。

# 5. 結言

工業的な高分子膜はガス分離性能に関して高い選択性 の絶対値を有している。しかしながら、重大な問題は工 業的な膜の透過性が(低い値に)限られていることであり、 その結果、特に発電所からの排出されるガスの莫大な体 積を考えた場合、その稼働費用と初期費用が大きくなるこ とにある。高い透過性を有する膜で十分な選択性を達成 することが、要求されている膜面積の大幅な削減につなが る。PIM-1のようなミクロ孔を有する材料は、並外れて高 い透過性を有するが、低い CO<sub>2</sub>/N<sub>2</sub> 選択性のためにその ガス分離効率は低い。本稿では、(適切にサイズと官能基 を制御された) MOF の添加により、高い透過性を有する ミクロ孔を持つ材料の選択性についても大幅に引き上げら れる可能性について実証した。ガス分離膜に関して混合マ トリクスによるアプローチの魅力は、高分子と無機材料成 分に備わる好ましい特徴の簡便な組み合わせによって、優 れた性能を生み出せることにある。しかしながら、MOF 充填剤の添加の結果として起こる一般的に見られる傾向 は膜の透過性の増加と選択性の損失である。本稿ではそ の傾向とは異なる、選択性の向上と最小限の透過性の損 失という傾向を捉えることに成功した。この効果は第一に は、MOF 充填剤の合成過程における含水量の調節とい う技術により、その粒径を最小化することで達成される。 この効果は MOF 表面の官能基特性を調整することでさ らに高められる。その結果得られた MOF 含有 MMM は、 付随効果として材料全体の力学特性の改善も果たした。

このような特性の微調整が可能であるため、本稿で示 した手法で用いるならば、MOF は MMM のコンセプトを 通じて高性能ガス分離膜を達成する目的に適う貴重な充 填剤となり得る。ここで実証した特定の高分子 / MOF 材 料の組み合わせは、最終的な問題の解決をもたらす材料 とはならないかもしれないが、その方法論はさらに最適化 されて、経済的な CO<sub>2</sub> 回収を実現するための分離膜の作 製に向けて重要なツールになることは間違いない。

この特別寄稿は「公益信託 ENEOS 水素基金」の2014 年度の研究助成対象となられた先生方に寄稿をお願いし、 ご快諾いただいたものです。

# - 参考文献 -

- Merkel, T. C., Lin, H., Wei, X. & Baker, R.; Power plant post-combustion carbon dioxide capture: an opportunity for membranes. *J. Membr. Sci.* 359, 126-139 (2010).
- 2) Kitagawa, S., Kitaura, R. & Noro, S.; Functional porous coordination polymers. *Angew. Chem. Int. Edn* 43, 2334-2375 (2004).
- 3) Budd, P. M. et al. ; Polymers of intrinsic microporosity

(PIMs) : robust, solution-processable, organic nanoporous materials. *Chem. Commun.* 2, 230-231 (2004).

- 4) Song, Q. et al.: Controlled thermal oxidative crosslinking of polymers of intrinsic microporosity towards tunable molecular sieve membranes. Nat. Commun. 5, 4813 (2014).
- 5) Ghalei, B. et al.; Surface functionalization of high free-volume polymers as a route to efficient hydrogen separation membranes. J. Mater. Chem. A 5, 4686-4694 (2017).
- 6) Song, Q. et al.; Photo-oxidative enhancement of polymeric molecular sieve membranes. Nat. Commun. 4, 1918 (2013).
- 7) Rezakazemi, M., Amooghim, A. E., Montazer-Rahmati, M. M., Ismail, A. F. & Matsuura, T.; State-of-art membrane based CO<sub>2</sub> separation using mixed matrix membranes (MMMs) : an overview on current status and future directions. *Prog. Polym. Sci.* 39, 817-861 (2014).
- 8) Seoane, B. et al.; Metal-organic framework based mixed matrix membranes: a solution for highly efficient CO<sub>2</sub> capture? *Chem. Soc. Rev.* 44, 2421-2454 (2015).
- 9) Isfahani, A. P. *et al.*; Plasticization resistant crosslinked polyurethane gas separation membrane. *J. Mater. Chem. A* 4, 17431-17439 (2016).
- 10) Khdhayyer, M. R. *et al.* ; Mixed matrix membranes based on UiO-66 MOFs in the polymer of intrinsic microporosity PIM-1. *Sep. Purif. Technol.* 173, 304-313 (2017).
- 11) Bushell, A. F. et al.; Gas permeation parameters of mixed matrix membranes based on the polymer of intrinsic microporosity PIM-1 and the zeolitic imidazolate framework ZIF-8. *J. Membr. Sci.* 427, 48-62 (2013).
- 12) Smith, S. J., Ladewig, B. P., Hill, A. J., Lau, C. H. & Hill, M. R.; Post-synthetic Ti exchanged UiO-66 metal-organic frameworks that deliver exceptional gas permeability in mixed matrix membranes. *Sci. Rep.* 5, 7823 (2015).
- 13) Robeson, L. M.; The upper bound revisited. J. Membr. Sci. 320, 390-400 (2008).