CO₂+N₂ 混合ガスを用いたポリマー発泡体の細孔構造制御に関する検討

| 日大生産工 | 、(院) | OF | 日久保 | 莉乃 | 産総研 | 小野 | 巧 |
|-------|------|----|-----|----|-----|----|---|
| | 日大生產 | 崔工 | 保科 | 貴亮 | 産総研 | 陶 | 究 |

1. 緒言

発泡ポリマーは断熱性, 衝撃緩衝性, 重量比 強度等の特性に優れた材料である.特に気泡径 が均一で小さく,空隙率が高い微細発泡ポリマ ーは、上述の特性を向上させることができるた め、その製造プロセスが盛んに検討されている 1.2). 一般的に微細発泡ポリマーは、ポリマーに 発泡ガスを溶解し、急速に減圧することで作製 される.発泡ガスにはポリマーに対する溶解度 が高い CO2 が用いられる場合が多い. 一方で CO₂ に N₂ 等の第 2 成分を添加した混合ガ スの利用も検討されている. この場合, CO2 の みを用いた場合と比較して細孔構造の微細化 等の相乗効果が報告^{3,4)} されているが,検討条 件は特定のポリマー種や発泡条件に限られて おり、そのメカニズムや最適な組成は明らかで はない. そこで、本研究では一般的なポリマー でありながら, CO₂ + N₂ 混合ガスを利用した 報告例が無いポリメタクリル酸メチル (PMMA) に着目し,混合ガスの組成が微細発泡ポリマー の細孔構造に与える影響を調べることで,発泡 メカニズムを解明することを目的とする.

2. 実験方法

発泡ガスは CO₂(昭和電工ガスプロダクツ 社製,純度 >99.990 vol%)および N₂(大陽日 酸社製,純度 >99.9995%)を用いた.ポリマ ー試料は、ホットプレス法にて加工した直径 8 mm,厚さ1 mm のディスク状のポリメタクリ ル酸メチル (PMMA) (Sigma-Aldlich社製,重 量平均分子量 $M_w = 3.5 \times 10^5$ g/mol)を用いた. 発泡実験に用いた装置を Fig.1 に示す.



Fig.1. バッチ式発泡装置(1: ボンベ,2: 送液ポンプ, 3: 冷却器,4: オーブン,5: 温度計,6: 圧力容器, 7: 圧力計,8: データロガー,9: 背圧弁)

内容積 20 ml の圧力容器にポリマー試料を仕 込み,真空引きした後に N₂, CO₂ の順で所定 量のガスを充填した. PMMA に対する N_2 の 溶解度は CO_2 よりも 1 桁小さいことが報告 されており⁵⁾, $CO_2 + N_2$ 混合ガスの組成の影 響をより詳細に評価するため高圧 (40 MPa) の 飽和条件を用いた. 飽和温度は 393 K とし, 24 時間飽和させた後に圧力容器に接続したボ ールバルブを開放することで急速に減圧し,試 料を発泡させた. 得られた試料は比重測定およ び走査電子顕微鏡 (SEM) 観察に基づく気泡径 の解析を行った.

結果と考察

Figures 2, 3 に発泡ポリマーの外観および空 隙率の N₂ 濃度依存性を示す. Figure 2 より N₂ 濃度が 36.4 wt% 以下では原料のディスク 状からの変形が見られ, 58.8 wt% 以上では大 きな変形は見られなかった. Figure 3 より空隙 率は N₂ 濃度 13.5 wt% のとき極大が見られ たが,全体的な傾向としては, N₂ 濃度の増加 に伴い減少した. 低 N₂ 濃度条件における,発 泡ポリマーの変形および高い空隙率は,PMMA に対する CO₂ の溶解度が N₂ よりも高く,可 塑化効果も大きいことに起因すると考えられ る⁵.



Cell Structure Control in Polymer Foaming Process Using CO₂ + N₂ Mixtures

Rino TAKUBO, Takumi ONO, Taka-aki HOSHINA and Kiwamu SUE

Figure 4 に N₂ 濃度 13.5 wt% および 82.2 wt% における発泡ポリマー全体の断面を観察 した低倍率 (x30)のSEM像と、気泡径 10 μ m 以下の気泡に着目した高倍率 (x10,000)のSEM 像を示す. N₂ 濃度 13.5 wt%の低倍率のSEM像 (a1)では数10~100 μ m オーダーの粗大な気 泡が観察された.本研究では粗大な気泡を避け た領域における高倍率のSEM像を利用して 10 μ m 以下の気泡に着目した解析と、低倍率の SEM像を利用して 10 μ m 以上の気泡に着目し た解析を行った.



Fig. 4. 発泡ポリマーのSEM像

Figure 5 に高倍率のSEM像から求めた平均 気泡径の N₂ 濃度依存性を示す. なお,気泡径 に広い分布があるため,気泡の断面積基準の分 布から平均気泡径を求めた. N₂ 濃度が 21.7~ 36.4 wt% で平均気泡径に極大が見られた. ポ リマーに Polycaprolactone や Polystyrene を 用いた既往の研究^{3,4)}では, CO₂+N₂ 混合ガス の利用による細孔構造の微細化が報告されて いる.しかし,本研究では混合ガスを利用する ことで気泡径の増加が見られた. ポリマー種に よる可塑性の違いに加え,本研究では既往の研 究における飽和圧力 (10~17 MPa) よりも高い 飽和圧力 (40 MPa) を利用しているため,減圧 時に気泡の過剰な成長にともなう合一がより 多く生じたことが原因と考える.



Fig. 5. 高倍率のSEM像より求めた発泡ポリマーの 気泡断面積基準の平均気泡径

Figure 6 に低倍率のSEM像を用いて, 気泡の 断面積基準の分布から求めた平均気泡径の N2 濃度依存性を示す.高倍率のSEM像から求めた 平均気泡径 (Fig.5) と同様に、N₂ 濃度が 21.7 ~36.4 wt% の発泡ポリマーで極大が見られた. 上述のように, 空隙率 (Fig. 2) も低 N2 濃度で 極大が見られることから,高倍率のSEM像より 推察される気泡の合一は、数100 µm オーダー の粗大な気泡の形成に寄与し,加えて空隙率の 増加にまで寄与している可能性が考えられる. また, 58.8 wt% 以上になると, 数100 µm オー ダーの気泡は消失し、発泡ポリマーはほぼ 50 µm 以下の気泡により形成されていることが 確認できる. これは N₂ の溶解度が CO₂ の溶 解度よりも低いこと, また分子サイズの小さい N₂ がポリマーから速やかに抜けることで,気 泡の合一を伴う過剰な成長が起こりにくいこ とに起因すると考える.



Fig. 6. 低倍率のSEM像より求めた発泡ポリマーの 気泡断面積基準の平均気泡径

参考文献

- 1) S. Costeux, J. Appl. Polym. Sci., **131**, 41293 (2014).
- C. Okolieocha *et al.*, *Eur. Polym. J.*, **73**, 500-519 (2015).
- 3) A. Wong *et al.*, *J. Supercrit. Fluids*, **90**, 35-43 (2014).
- 4) E. Di Maio *et al.*, *Polym. Eng. Sci.*, **45**, 432-441 (2005).
- 5) I. Ushiki *et al.*, J. Supercrit. Fluids, **152**, 104565 (2019).