セルロースナノファイバー複合によるポリブチレンサクシネート発泡体の収縮抑制

材料・素材技術グループ 伊藤 彰浩、野口 広貴、仙波 健

要旨

生分解性樹脂であるポリブチレンサクシネート (PBS) を二酸化炭素 (CO₂) により高倍率に発泡させた場合に収縮が発生 するため、発泡体の機能が損なわれる。成形後の発泡体の収縮を抑えることを目的に、セルロースナノファイバー (CNF) を複合し、発泡セルを補強する方法を検討した。PBS を過酸化物で架橋させ、高圧容器内で高圧 CO₂を含浸後、大気圧に する発泡プロセスにおいて、CNF 含有率と過酸化物添加率を変化させて実験を行った。その結果、最適な配合 (CNF3%、 過酸化物0.5phr) において収縮を抑制させることに成功し、発泡倍率20倍以上の発泡体を作製することができた。 キーワード:セルロースナノファイバー、ポリブチレンサクシネート、発泡、架橋、収縮抑制、軽量化

1. 緒言

ポリブチレンサクシネート (PBS) は優れた生分解性を 有することから、マイクロプラスチック問題の対策として 有望視されている。また、ポリエチレンに近い加工性を持 ち、フィルムやシート、発泡体としての利用が農業や食品 用途を中心に進められている。PBSの肉厚の発泡体は、重 曹と過酸化物を混合し熱プレス機により架橋、発泡させ て製造される¹⁾。この際、発泡剤ガスとして二酸化炭素 (CO2)が発生するが、CO2は樹脂膜の透過性が高く、また、 大気中の濃度が低い(1%未満)ため、気泡外へ拡散してい き、気泡内は負圧になる。そのため、発泡倍率が高く、気 泡壁が薄くなると成形後に収縮が発生する(後収縮)。PBS は軟質のグレードが多く深刻な問題となることがある。こ れを防ぐ方法として、樹脂の弾性率を上げる方法が有効で あると考えられるが、無機フィラーなどで補強するとPBS の生分解性を損なう。一方、セルロースナノファイバー (CNF) は植物由来のナノ繊維であり、生分解性を有する

ため、PBSに混合してもその植物度及び生分解性を損なわず、機械的特性や耐熱性を向上させることができる²⁾。

そこで本研究ではPBSにCNFを複合することにより弾 性率を上昇させ、発泡体の後収縮を抑えることを目的とし た。実際の発泡体の製造では、重曹と過酸化物の分解が同 時進行し、解析が複雑になるため、本研究では、発泡剤に 反応性のない高圧CO2を使用し、CNF含有率と過酸化物 添加率が発泡性と後収縮に与える影響を検討した。

2. 実験方法

2.1 材料·試薬

CNF 複合 PBS の作製には、アセチル変性パルプ(アセ チル変性度:0.97、アセチル基20.1wt%、リグニン2.4wt%、 セルロース77.5wt%) 及びPBS (商品名:FOZEAS、グレード:DM9B01 (ホームコンポスト用)、融点:84℃、海洋 生分解性、三菱ケミカル(株))を用いた。ここで、アセ チル変性度とは、セルロースを構成するグルコースユニットの3つのヒドロキシル基の内、アセチル基が導入された 個数である。PBSの架橋には、過酸化物であるジクミル パーオキサイド (DCP、商品名:パークミルD、日油(株)) を使用した。また、架橋特性の評価においてPBSを溶解 させるためにクロロホルム (試薬特級、富士フィルム和光 純薬(株)を用いた。

2.2 CNF 複合 PBS (未発泡材料)の作製と評価

PBSへのCNF複合は、既報²⁾に基づいて、アセチル 変性パルプの解繊と樹脂との混合を同時に行う京都プロ セスにより行った。CNF含有率10wt%のペレット材料 を作製した。得られたCNF10%/PBSは、射出成形によ り短冊試験片(長さ80mm×幅10mm×厚さ4mm)に加 工し3点曲げ試験(下部支点間距離:64mm、試験速度 10mm/min)及びシャルピー衝撃試験(ハンマー容量: 2J、ノッチ有り)を温度23℃、湿度50%の環境下で行い、 機械的特性を評価した。また、短冊試験片から切り出し た小片を熱プレスしたフィルムに対して、万能顕微鏡 (DM4B、Leica Microsystems GmbH)を用いた偏光観 察を行い、CNFの分散性を確認した。

2.3 CNF 複合 PBS の発泡実験

発泡用材料を得るために、CNF10%/PBSの希釈及び DCPの添加を行った。ラボプラストミル(4C150+ロー ラミキサR30H、(株)東洋精機製作所)を用いて、90℃ にて表1に示す配合の材料を投入し、50rpmで5分間混練

	CNF10%/PBS	PBS	DCP
	[wt%]	[wt%]	[phr]
L1	0	100	
L2	10	90	0
L3	30	70	
L4	0	100	
L5	10	90	0.5
L6	30	70	
L7	0	100	
L8	10	90	1
L9	30	70	

表1 発泡用材料の配合

した。得られた混合物は160℃に加熱した熱プレス機を 使用して、1mm厚の枠型の中で30分間加熱、加圧する ことで、架橋の進行及びシートへの成形を行った。

発泡実験の手順を図1に示す。L1~L9のシートをそ れぞれ10mm角にカットし、高圧容器に入れて密閉後、 ヒーターにより加熱、高圧CO₂により加圧を行った。 90℃、10MPaで安定してから2時間経過したのち、圧力 開放を行うことで発泡させた。得られた発泡体は速やか にオートクレーブから取り出し密度測定を行った。密 度測定は比重測定キットを備えた電子天秤(MSE-224S-100-DU +YDK01、ザルトリウス・ジャパン(株))によ り行った。密度測定はさらに1、2、7日経過後にも行っ た。その後、卓上電子顕微鏡(TM3030、(株)日立ハイ テク)を用いて発泡体の断面構造を観察した。

2.4 CNF 複合 PBS の架橋特性の評価

未発泡のL1~L9のシートを10mm角にカットし、重 量測定後(重量1)、サンプル管の中で20mLのクロロホ ルムに浸漬し、23℃の環境で1週間保持した。その後、



桐山漏斗と乾燥重量を測定したろ紙を用いて減圧ろ過を 行い、ろ過残渣を回収した。得られた残渣が塊状のゲル である場合はその湿潤重量も測定した(重量2)。残渣は ろ紙とともに、室温で一晩乾燥した後、130℃で減圧乾 燥を行った。その後重量測定を行い、あらかじめ測定し たろ紙重量を差し引いて記録した(重量3)。そして、以 下の式(1)~(3)により、セルロース含有率、ゲル分率、 クロロホルム膨潤度を計算した。ゲル分率は架橋を形成 した成分の重量分率であり、架橋の進行度合いを表す。 膨潤度は、架橋高分子の弾性と溶剤への溶解性の関係を 表し、架橋密度と負の相関がある。

- ・セルロース含有率の計算(架橋構造を形成していない L1~L3:DCP0phrに対して計算)
- ・ゲル分率の計算

$$(セルロース含有率) = \frac{(重量 3)}{(重量 1)} \times 100 [\%]$$
 (1)

重量3、重量1からセルロースの量を差し引いて計算した。セルロース含有率はDCP添加率に依存しないと仮定し、DCP0phrに対して求めた値を使用した。

$$\left(\mathcal{J} \mathcal{N} \mathcal{J} \bar{\mathcal{P}} \right) = \frac{\left(\underline{a} \underline{a} \underline{a} \right) - \left(\underline{a} \underline{a} \underline{a} \right) \times \left(\underline{v} \mathcal{N} \underline{n} - \mathcal{X} \underline{c} \underline{a} \underline{a} \underline{a} \right)}{\left(\underline{a} \underline{a} \underline{a} \right) - \left(\underline{a} \underline{a} \underline{a} \right) \times \left(\underline{v} \mathcal{N} \underline{n} - \mathcal{X} \underline{c} \underline{a} \underline{a} \underline{a} \right)} \times 100 \left[\% \right]$$
(2)

・クロロホルム膨潤度の計算

重量2、重量1からセルロースの量を差し引いて計算した。セルロースはクロロホルムで膨潤せず、湿潤ゲルに含まれていると仮定した。

2.5 CNF 複合 PBS の粘弾性測定

発泡用材料の軟化特性、室温付近及び溶融状態での 硬さを評価するため、L1~L9のシートをそれぞれ長さ 37mm×幅10mmに切り出して、動的粘弾性の引張モー ドで昇温測定を行った。装置はレオメータ(ARES-G2、 ティー・エイ・インスツルメント・ジャパン(株))を 用いて、昇温速度5℃、温度範囲40℃~110℃、ひずみ 0.1%、周波数1Hzで測定を行い、貯蔵弾性率G'の変化を 観測した。

3. 結果・考察

3.1 CNF 複合 PBS (未発泡材料)の特性

作製したCNF10%/PBSの組成と機械的特性を非強化

京都市産業技術研究所

	組成			曲げ試験		シャルピー衝撃試験
	アセチル基+リグニン	CNF	PBS	弾性率	強度	(2J)
	[wt%]	[wt%]	[wt%]	[GPa]	[MPa]	[kJ/m ²]
PBS	0	0	100	0.27	15.3	51.1
CNF10%/PBS	2.7	10.0	87.3	1.46	34.6	2.6

表2 PBS、CNF/PBSの組成と機械的特性

PBSのデータとともに表2に示す。CNFの複合により弾 性率、強度が大幅に増加する半面、衝撃特性は低下した。 また、CNF10%/PBSの偏光顕微鏡写真を図2に示す。淡 色部がセルロース繊維、濃色部がPBSを表す。幅20ミ クロン程度の解繊残りも存在するが、光学顕微鏡では十 分に形状を把握できない程解繊したセルロース繊維が全 体に渡って分散している様子が観察された。



図2 CNF10%/PBSの偏光顕微鏡写真

3.2 CNF 複合 PBS の架橋特性

クロロホルム浸漬により測定したDCP未添加サンプ ルのセルロース含有率は、それぞれL1:0.0%、L2:0.9%、 L3:3.2%であった。配合量とおおむね一致する値であっ た。これらの値を使用して計算したL1~L9のゲル分率、 クロロホルム膨潤度を表3に示す。

DCPを増量することによりゲル分率は上昇し、架橋 が形成されていることが分かった。また、L4~L6とL7 ~L9で傾向は逆であるが、CNF含有率増加に伴ってゲ ル分率の値が変化しており、CNFの存在が架橋反応に 影響を与えていることが示唆される。L1~L6(DCP:0、 0.5phr)については塊上のゲルが得られず、クロロホル

表3 PBS、発泡用材料のゲル分率及びクロロホルム膨潤度

	DCP	CNF	セルロース含有率	ゲル分率	膨潤度
	[phr]	[wt%]	[wt%]	[wt%]	[wt%]
L1	0	0	0	0	-
L2		1	0.9	0	-
L3		3	3.2	0	-
L4		0	-	0	-
L5	0.5	1	-	0.1	-
L6		3	-	4.4	-
L7		0	-	41.7	17416
L8	1	1	-	32.1	8778
L9		3	-	30.0	5975

ム膨潤度を測定することができなかった。L7~L9については、CNF含有率が増加すると、ゲル分率及びクロロホルム膨潤度は低下した。同一の樹脂の場合、一般にはゲル分率が減少するとクロロホルム膨潤度が上昇するが³⁾、L7~L9ではゲル分率が低いほどクロロホルム膨潤度が低くなっており、CNFがゲルの膨潤を抑制していることが示唆される。また、ポリエチレンにおいては1phrのDCP添加でゲル分率が90wt%程度に到達すると報告されているが³⁾、本実験ではその半分以下の値であ





(a) 50°C (b) 100°C

り、PBSは架橋効率が悪いことが分かる。

粘弾性測定から得られた貯蔵弾性率G'の温度依存性 を図3に示す。いずれのサンプルも融点である90℃程度 で、G'が大幅に低下した。また、各サンプルの50℃及び 100℃でのG'の値を抜き出し、図4にまとめて示す。50℃ でのG'の値はCNF含有率の増加に伴い上昇した。また、 DCP添加率が多いサンプルの方が低い値となった。こ れは、架橋進行に伴う結晶化度の低下によるものと思わ れる⁴⁾。L1では融点を超えるとシートが垂れてしまい 以降測定不可となったが、CNFもしくはDCPを添加し たL2~L9においては、融点以上でもシート形状を維持 し、測定を継続することができた。100℃でのG'の値は、 CNF含有率の増加及びDCPの添加により上昇した。

3.3 発泡特性

発泡体の成形直後からの発泡倍率の経時変化を図5に 示す。ここで、発泡倍率は未発泡体の密度を各発泡体



の密度で割った値としている。DCP未添加のL1~L3 についてはいずれも発泡倍率が5倍以下であり、他の水 準よりも低い。これは、架橋が形成されていないこと が影響していると考えられる。L3はCNFを3%含んでお り、100℃におけるG'は架橋形成されているL5やL8並 みに高いが、発泡倍率は低かった。これは、レオメー タの微小変形下での測定ではCNFのネットワーク構造 により高いG'の値を示すが、発泡のような大変形時に は材料構造が崩れてしまうためと推測される。L4~L6

(DCP0.5phr) では発泡直後の発泡倍率が20倍以上とな り、DCPを使用することにより架橋が形成され、膨張 できるようになったことを示している。しかしL4とL5 に関しては、発泡直後から収縮が始まり、1日経過時点 では発泡倍率が10倍程度まで減少した。L5はCNFを1% 含んでおり、50℃でのG'はL4の1.2倍であるが、収縮を 抑えるには不十分であったと分かる。一方、L6におい ては、CNF3%の複合によりG'がL4の2.1倍まで上昇し ており、気泡壁が硬く、収縮を防ぐことができたと考え られる。DCPを1phrに増加したL7~L9に関しては、L4 ~L6と同様の傾向であるが、比較的発泡直後の発泡倍 率が低かった。これは、発泡目的に対してはDCP添加 量が多く、架橋が密になりすぎてしまったためであると 考えられる。また、同じCNF含有率であったL6と比べ てL9の初期発泡倍率が低いのは架橋進行(ゲル分率増 加)の影響であり、わずかに後収縮が大きいのは50℃で のGが0.7倍程度に低下した影響であると考えられる。

発泡体断面の電子顕微鏡写真を図6に示す。DCP0phr のL1~L3では数十ミクロン程度の気泡が形成されてい るのに対して、L4~L9は図5の発泡倍率に対する考察の 通り気泡が大きく膨張し、100ミクロン以上まで成長し

京都市産業技術研究所

500µm



図6 発泡体断面の電子顕微鏡写真



ていることが分かる。また、いずれのDCP添加率にお いてもCNFを複合することで微細な気泡が形成された。 以上より本検討ではCNF3%、DCP0.5phrのL6において、 収縮がなく高倍率の発泡体が得られることが分かった。

4. 結言

PBSをCO2により発泡させた場合の後収縮を抑えるこ とを目的に、CNFを複合する方法を検討した。PBSを DCPで架橋させて、高圧容器内で高圧CO2により発泡さ せるプロセスにおいて、CNF含有率とDCP添加率を変 化させて実験を行った。その結果、CNF3%、DCP0.5phr の配合において後収縮を抑制させることに成功し、発泡 倍率20倍以上の発泡体が得られた。プレス発泡や押出発 泡など工業的な成形方法において本知見が活かされるこ とを期待する。

参考文献

- 1) 特開2024-29842.
- 2) 野口広貴 他: 京都市産業技術研究所研究報告, 13, 7-12 (2023).
- 3) S. Abe, M. Yamaguchi: J. Appl. Polym. Sci., 79, 2146-2155 (2001).
- 4) H. A. Khonakdar et al.: Polymer 44, 4301-4309 (2003).