金井俊孝*



フィルムの成形挙動解析と材料設計

はじめに

プラスチックフィルムはプラスチック加工品全体の 37%を占め、非常に大きな割合となっている.その中で、 二軸延伸 PP フィルムは包装フィルム用途を中心として、 2013 年 の 世 界 の BOPP の 製 造 能 力 は 1,152 万 トン, BOPET の製造能力は 660 万トン,全体では 1,945 万トン になっている (図 1)¹⁰.

従来,延伸フィルムグレードを開発するには,大量の試 作サンプルをパイロットプラント等で製造し,かつ連続の 二軸延伸機を利用して,多くの人,時間,費用をかけて, 検討してきた.しかし,このような開発では新規グレード 開発に結び付けるのに,多くの困難が伴う.また,フィル ムを製造する上で,最適な延伸条件を探索するためには, かなりの時間が必要である.

そこで、少量のサンプルと短時間でかつ簡便に、延伸性 や構造変化を観察しながら、評価する方法について、延伸 用樹脂として最も広く使用されている PP を中心に、例を 挙げて紹介したい.なお、無延伸フィルムに関する内容は、 以前報告した解説記事を参照されたい^{2),3}.

1. 二軸延伸の成形挙動

二軸延伸フィルムでは厚み精度の向上,配向の均一性, 表面平滑性などが要求され,さらにコストダウンのための



Kanai, Toshitaka KT Polymer 袖ヶ浦市蔵波台 5-7-14(〒299-0245) toshitakakanai@ktpolymer.com 2016.7.25 受理 高速化が進み,高速条件でも破断なく連続延伸成形が可能 であることが重要となっている.

一方,コンデンサーフィルムの場合,電気容量を高める ために,破断せずに連続して超薄膜フィルムの製造が要求 される.こういったことに対応するため,実機の二軸延伸 性の予測や品質上から樹脂の良し悪しの選定技術と樹脂改 良技術,少量サンプルでの実用評価技術の確立が重要と なってきている.

逐次二軸延伸機およびテンターオーブン内の TD 延伸の 概念図を図1に示す.最初に,延伸フィルムの生産に広く 使用されている連続のテンター法逐次二軸延伸機を用い, 縦延伸はロールで延伸し,そのサンプルを幅方向に一定間 隔で,マジックで印をつける.その縦延伸サンプルを,テ ンター内で予熱後,テンター延伸過程中のサンプルを採取 すると図2のようなサンプルが採取できる.図2の上の図 はTD 延伸オーブン内の延伸パターンを示しており,下の 図はそれぞれの場所でどのような延伸が行われているかを 図示している.テンター内での変形状態を観察すると,PP では延伸初期では延伸されている部分と延伸が進行してい



図 2 テンターオーブン内のフィルムの延伸挙動

成形加工 第 28 巻 第 11 号 2016

ない部分が存在する.テンター法逐次二軸延伸では一般的 な PP では TD の延伸倍率が低い場合にはこのような延伸 ムラが残り,延伸倍率が高くなるに従い延伸フィルムは全 体的に均一になり,厚薄ムラが消失する.このような延伸 をネック延伸と呼ぶ.

このような結果と同時に,二軸延伸試験機により得られ る延伸倍率と公称応力による延伸曲線で,応力が降伏値を 超えると一旦急激に下がるタイプはネック延伸が発生して いることと相関性があり,その後延伸応力が上昇するとこ のネック延伸状態が緩和され,延伸応力が降伏値を超えた 倍率からネック延伸状態が解消される.

また,延伸可能な温度領域は PP の組成分布に大きく依存し,延伸性や偏肉精度は分子量分布や立体規則性に依存する.これらの因子はそれぞれ高延伸倍率での応力の立ち上がり度や延伸初期の降伏応力に影響している.

樹脂性状に対応し少量サンプルでのテーブルテンターの データや理論解析により,延伸性予測の検討が行なわれて いる.図3に示すようなフィルム延伸成形挙動を予測する 解析技術が有効である^{1),2),4),5}.

力学モデルとして、樹脂性状をモデル的に変化させたサ ンプルに関して、粘弾性の多要素モデルを仮定した理論解析 結果とテーブルテンターの実験結果の応力ー歪み曲線との 対応から多モードの弾性率、粘性項の値および結晶化によ る粘度の上昇率を決定する.これらの物性データ、構成方程式 や有限要素法を活用することにより、延伸過程の変形挙動 の予測が可能となる.図4に、PPフィルムのテンター内の変 形パターン(a)および応力パターン(b)の一例を示す.ボー イング現象や延伸中の応力変化がわかる.変形パターンの 解析結果からボーイング現象も予測され、また応力分布も同 時に得られるため、成形破断の予測にも繋げることができる.

さらに、TD 延伸終了直後にチャックで MD に均一に引 張ることにより、延伸時のボーイングがなくなることが予 測される(c). その結果からボーイング現象も、延伸終了 直後に冷却ゾーンを設けたり、熱処理ロールでフィルム全 体を均一に引張る、もしくは熱処理時に収縮分だけ MD のチャック間隔を狭める制御や多段で熱処理温度を制御す ることにより、ボーイングは抑制されことが予測される.

多モード粘弾性パラメータを考慮できるモデルを利用し, それらのパラメータである η:および G: (i=1,2,3) をそ れぞれ変化させることにより,得られたテンターでの歪み -応力曲線およびフィルム厚みの偏肉を予測した結果の一





Seikei-Kakou Vol. 28 No. 11 2016



(a) 変形解析結果



(b)応力解析結果



(c) 変形解析結果(延伸終了点で強制的に MD に一定に 引張った場合,ボーイング現象が出ない)

図4 二軸延伸テンタープロセスの解析

例を図5に示す. 横軸は延伸倍率,縦軸は延伸力を示す. なお,図中の偏肉の値は,延伸前の偏肉が10%存在した 場合の延伸後の偏肉精度を示す.

図5は長時間側の緩和時間が長くする(①→②→③)と 右肩上がりになり,また偏肉精度が向上することを予測し ている.緩和時間が長くなる因子,つまり高分子量成分や 長鎖分岐が存在すると,高延伸倍率では分子鎖同士の絡み 合いが生じ,延伸後期に延伸力の立ち上がりが生じると考 えられ,偏肉精度の観点から良好であることを示している.

原反成形時には結晶化速度が遅く,延伸時には長時間緩 和成分の寄与が大きく,延伸後期に配向結晶化が促進され る樹脂デザインほど偏肉精度が良好で,かつ薄膜化あるい は高速成形性が良好になると予測される.

PPの場合,低立体規則性や低エチレンランダム共重合 PPは結晶化を乱す方向に作用するため,結晶化速度を遅 くし,結晶サイズや結晶化度が低下し,球晶生成も遅くす るため,延伸倍率-延伸応力の初期降伏値が低下する.そ のため,立体規則性や低エチレンランダム共重合 PP は図 6に示したように延伸前の厚みが均一と仮定した場合(上



図5 理論解析による延伸力曲線とフィルムの偏肉の関係

図)と局所的に偏肉が存在した場合(下図),延伸後の厚 み均一性は両方のケースで共に,標準サンプルよりも良好 になる結果が得られ,また延伸初期の降伏値の応力も小さ い.立体規則性を下げる,もしくはエチレンを共重合させ て結晶化を抑制すると,剛性は下がる傾向に働く.

全体の延伸応力を下げるには延伸温度のアップや延伸速 度を下げるだけでなく,分子量の大きさで変化する. その ため,高速延伸条件下では,延伸応力が高くなりやすいた め,図6に示したように,分子量を比較的低めに設定した 方が,延伸応力が下がり,破断の頻度は少なくなる.

また,このような解析から高速化における二軸延伸の成 形性や偏肉精度の予測,二軸延伸に適した応力一歪みパ ターンなどの予測が可能となる.

図7にはロールで縦延伸したサンプルを用いて,テーブ ルテンター延伸試験機によりTD延伸して得られた各種 PPの延伸応力-延伸倍率曲線を示す^{1),5)}.低立体規則性PP や微量エチレン共重合 PP は高立体規則性 PP に比較して 結晶化速度を遅くするため,初期の降伏値を下げる.また, 低温融解成分も増加し,組成分布も広がるため,延伸可能 な温度領域も広がる⁶⁾.

一方,メタロセン触媒PPはチーグラナッタ触媒PPと比較 し同じ立体規則性で比較すると,結晶化速度がかなり遅い ため,降伏値が低くなり,S-S曲線の立上り度が顕著であ る.同時に,組成分布も狭いために,延伸可能な温度領域も 狭い.そのため,融点の異なる PP とのブレンドもしくは多 段重合等で,組成分布を広げる必要があるものと推定される.

分子量分布の広い PP は,高延伸倍率で分子鎖の絡み合いが強くなり,応力が大きくなるために,厚み精度が向上する.歪み硬化性を有するパターンが偏肉精度や延伸性を向上させるために好ましいことがわかる.さらに,延伸応力の温度依存性が小さいほど延伸可能な温度領域が広くなり,良い延伸性が得られる.

延伸応力を下げるには延伸条件としては延伸温度を上げ る,延伸速度を下げること,樹脂性状からは低立体規則性 か微量エチレンの共重合,分子量を下げることで調整でき る.樹脂性状に対する偏肉精度の関係を図8に示す¹⁾.

上記結果を図9にまとめて記載し、良い延伸条件を以下 に列挙した¹⁾.

- a) 広い分子量分布
- b)低立体規則性か低エチレン量の共重合
- c) 広い組成分布

d) 高速延伸条件では高めの MFR



図6 テンター内の解析結果

e)両面急速冷却により原反成形時および予熱時に低結晶
 化度に維持

二軸延伸 PET(BOPET)フィルムの場合,延伸温度に おいて応力 – 歪み曲線が歪み硬化パターンを示すため,延 伸性や厚み精度が良く,薄い延伸フィルムの製造可能であ る.このような理由から弾性率や引張強度が延伸により改 善され,BOPET は包装用フィルム,磁気テープ,コン ピュータメモリー,コンデンサーフィルム,太陽電池のバッ クシート,光学用フィルムなどに広く利用されている.

2. 二軸延伸試験機による延伸性評価と材料設計

フィルムは広く二軸延伸フィルムが使用されているため, 迅速に二軸延伸性を評価し,同時に延伸中の高次構造変化 が追跡可能な二軸延伸試験機を開発した^{1).7).8)}.この二軸延 伸試験機は図 10 に示したように,延伸中の延伸倍率-延 伸応力曲線が採取できるだけでなく,3軸の屈折率が評価 できるように垂直および斜めから入射させた2つの光弾性 変調器(PEM)を有する光学系,球晶構造の変化を観察

成形加工 第 28 巻 第 11 号 2016



できる光散乱装置を取り付けている.また,延伸したフィ ルムの位相差分布および光軸を迅速に測定可能な設備を一 体化し,かつ任意な多段延伸,延伸後の応力緩和の測定や 弛緩率を任意に制御できる仕様になっており,短時間に大 量の情報が in-situ で評価できる.

これらの in-situ による実験観察に、X 線による構造観 察を加えることにより、延伸過程における延伸性や構造変 化が追跡できる.

オートクレーブなどの少量サンプルでも二軸延伸性能が 評価でき,かつ延伸条件の影響,縦延伸後の横延伸開始ま での延伸間の緩和時間の影響や多段延伸効果が評価できる.

Seikei-Kakou Vol. 28 No. 11 2016



図9 延伸性良好な延伸応力と延伸倍率曲線

さらに、樹脂の違いによる同時二軸や遂次二軸延伸の適用 性の判断にも、構造面と延伸性の面から評価可能である.

テンターオーブン内で通常の延伸グレード PP の TD 延 伸を行った時の実験から観察された状態を図 2 に示したが, 位置により延伸開始位置が異なっており,延伸倍率が5 倍 以上,好ましくは7 倍以上で均一なフィルムが得えられて いる.このネッキングパターンは応力一歪み曲線と密接な 関係がある.延伸応力が降伏値を過ぎると徐々に減少し, ネッキング挙動が観察される.

延伸初期の降伏応力が低く,その後の応力が低下せず, 立ち上がる延伸曲線はフィルムが均一に延伸され,延伸性 良好パターンとなる.延伸倍率と公称応力の関係が1つの 延伸性を評価する目安になる.また,延伸性向上のために は降伏値を低下させることが重要となる.

結晶化速度を抑制できる超低立体規則性 PP(LMPP)⁹を通常の PP にブレンドした系での二軸延伸の検討結果を 述べる.標準サンプルに融点 Tm の低い少量の超低立体 規則性 PP,および超立体規則かつ超低分子量サンプルを 少量添加して PP の結晶化速度を遅くした系などのサンプ ル(表1)を用いて,縦延伸後の TD 延伸過程の高次構造 変化を観察し,定量的な延伸性への影響を測定した.

L1は標準的な低立体規則性 PP で,L2はL1よりもさらに立体規則性の低い超低立体規則性 LMPP,L3はL1と比較して立体規則性は同じで分子量が約2倍高いLMPPを用いた^{10,11}.

横軸に面倍率,縦軸に TD の公称応力をとった.赤線の A の挙動は降伏値が高く,A と比較すると青線の A/L1 (L15% ブレンドサンプル),緑線の A/L2 (L25% ブレ ンドサンプル) は降伏応力値が約 30% 低減され,延伸後



期の応力はAと同様に大きな値となっている(図11).

A/L3(L35%ブレンドサンプル)の降伏応力値はほぼ 変わらないが,分子量が大きいLMPPのため,分子鎖同 士の絡み合いで延伸後期の応力が大きくなることがわかる. L1,L2のブレンドは破断防止効果があり,偏肉精度の向 上も期待できることが考えられる.

延伸性に影響する因子として,原反内部の球晶の存在が あるが,その球晶径を光散乱で測定した(図12).A/L1, A/L2ではLMPPブレンドにより結晶化速度を抑えるこ とで,大幅に球晶径を抑制させている.A/L3は高分子量 のLMPPであるため応力の抑制効果は低く,全体的に応 力が大きくなる傾向になるため,降伏値は同じレベルで, 後半に応力が一番大きくなったと推定される.この結果よ り,結晶化速度を抑制するLMPPが延伸中のPP結晶化 の抑制,球晶径の抑制や延伸性向上に影響していると考え られる.

各原反の DSC 測定を行い,融解熱量 ΔH と融点 Tm を 求めた結果,LMPP ブレンドにより融点は一定に保った まま ΔH の値が低下したことから結晶化度を抑制している ことがわかる.融点はラメラの結晶相の厚みによって決ま るため,LMPP のブレンドは結晶相の厚みに影響はなく, 非晶相に溶け込むことで結晶化度を抑制していると推定さ れる.小角 X 線散乱測定 (SAXS)で求めた最大散乱角 2 θ よりブラッグの式から算出した各サンプルの長周期の 結果から A と比較して 3 つの LMPP ブレンドサンプルは ラメラの長周期が長くなっていることがわかる.先ほどの DSC 測定結果で PP に LMPP をブレンドすると融点は一 定のまま結晶化度を抑制させ,降伏応力値を低減している ため,LMPP が非晶相に溶け込み可塑剤として作用する

	[g/10 min]	MW × 10	MW/MIN	[℃]
i-PP	3	3.8	4.2	161
LMPP	60	1.3	2.2	70
LMPP	60	1.3	2.2	60
LMPP	7	2.3	2.2	70
	i-PP LMPP LMPP LMPP	[g/10 min] i-PP 3 LMPP 60 LMPP 60 LMPP 7	[g/10 min] i-PP 3 3.8 LMPP 60 1.3 LMPP 60 1.3 LMPP 7 2.3	[g/10 min] i-PP 3 3.8 4.2 LMPP 60 1.3 2.2 LMPP 60 1.3 2.2 LMPP 7 2.3 2.2

表1 評価した樹脂の性状

注) L1:標準 LMPP, L2:超低立体規則性 LMPP, L3:高 分子量 LMPP

ブレンドサンプル:二軸延伸 PP グレード A に L 1, L 2, L 3 を 5 wt%ブレンド

厚み 500 μm の原反 A/L 1, A/L 2, A/L 3 は押出成形 により製膜







図 12 各サンプルの Hv 光散乱による球晶の観察

ことで延伸性が向上したのではないかと考えられる(図13). 各サンプルの降伏応力,最大応力,立ち上がり度,偏肉精 度標準偏差を示した.立ち上がり度は(最大応力/降伏応力) で定義し,横軸に立ち上がり度,縦軸に厚み精度の標準偏差 をプロットしたグラフを図14に示す.この図から立ち上が り度と厚み精度には相関性があることがわかり,立ち上がり 度を上げることで厚み精度は改善されることが示唆される.

PPの結晶化速度を抑制するLMPPの添加は,降伏応力 を低下させることで立ち上がり度が上昇し,延伸過程にお いて原反の厚い部分が均一に延伸され,偏肉精度の標準偏 差が小さくなったと考えられる.

各延伸温度で延伸したフィルムの偏肉精度の標準偏差を プロットした図 15 を示す.フィルム製膜時ではテンター 内に温度分布があるため,この延伸可能温度幅が広いほど 温度分布の影響がなく延伸できる特性がある.

A の延伸可能温度幅が 158~163 \mathbb{C} と 6 \mathbb{C} であるのに 対し,LMPP ブレンドサンプルは 156~163 \mathbb{C} と 8 \mathbb{C} で 低温側に広がる結果となり,かつ A/L1 と A/L2 は広い 温度範囲で偏肉精度標準偏差が良好になっている.

LMPPのブレンドにより低温で融解する成分量が多く なり、かつ延伸過程で結晶化速度を抑制することで低温領 域でも延伸を可能にしていると考えられる.

PP 延伸において, MD 5 倍, TD 6 倍の逐次二軸延伸で は, MD 延伸過程では MD の屈折率 Nx が大きく, TD 延 伸後期で TD の屈折率 Ny が Nx より大きくなり, 最終的 に Ny の配向が少し強くなっている (図 16). 厚み方向の 屈折率 Nz は面延伸倍率が大きくなると小さくなる. 延伸 試験機により, 以下のことがわかる.

1) MD 延伸では Nx が大きく, TD 延伸後期で Nx と Ny が逆転し, Ny の配向が強い. Nx は MD の配向, Ny は TD の配向, Nz は ND の配向と関係がある. N 値が大きな方



図13 小角 X 線散乱装置を用いた結晶構造の解析



図14 立ち上がり度と偏肉精度の関係

向に分子鎖が配向する.

2) LMPP ブレンドにより MD 延伸から TD 延伸に移行 時の屈折率の不安定な領域での変動幅が小さく,変動の領 域も短い.

3) 不安定領域も狭いため、ネック延伸領域の狭小化している(低立体規則性 PP のブレンドはネック延伸を弱める).

超低立体規則性 PP(LMPP)の微量ブレンドにより PP の結晶化速度を遅くすると,MD 延伸から TD 延伸に移行 時の屈折率の不安定領域が抑制され,変動幅が小さく,変 動の領域も短くなる.LMPP のブレンドはネック延伸を 弱め,不安定領域を狭くして,偏肉精度を向上させている ことが評価できる.また,光散乱が in-situ 測定できるた め,球晶の変形や崩壊などの高次構造変化も同時にわかる. 延伸後のサンプルに対しは,測定位置を移動させながら位 相差を数百点測定することにより,位相差分布およびその 標準偏差が求められ,同時に光軸も測定できるため,偏肉 測定や配向分布の評価することに繋がる(図 17).

S-S曲線,三次元配向,球晶構造変化とも合わせて評価することで,樹脂性状,延伸中の構造変化や偏肉精度などの関係も評価できる.

また,延伸条件として,延伸オーブンの予熱パワーを上 げ,予熱時間を短くして延伸前の結晶化を抑制したり,オー ブン内の温度均一性を高めることにより,延伸初期の降伏









 BOPPグレード
 低立体規則性PP
 超低立体規則性PP

 樹脂
 位相差標準備差

 BOPPグレード
 24.3

 低立体PP
 20.2

 超低立体PP
 16.7

図 17 位相差分布測定

応力が低下し、立ち上がり度が大きくなり、偏肉精度が向 上する結果が得られており、延伸条件の評価も可能である.

この二軸延伸試験機を用いて, PP^{10),11}, PE^{12),13}, PA 6¹⁴ 等の延伸性改良のための樹脂デザインや延伸条件などを検 討してきたが, その他の多くの樹脂でも同様な検討結果が 可能である^{5),15}.

このような動的な延伸挙動解析手法は,今後の二軸延伸 フィルムの樹脂設計や延伸条件を探索する上で,有力な評 価手段になると期待される.

参考文献

- 1) Kanai, T. and Campbell, G. A. (Eds.) : *Polymer Proc*essing Advances, Hanser Publications (2014)
- 2) 金井俊孝, 成形加工, 18, (1), 53(2006)
- 3) Kanai, T. and Campbell, G. A. (Eds.), *Polymer Proc*essing, Hanser Publications (1999)
- 4) Kanai, T.: 17th Polymer Processing Society Annual Meeting, 17, CD-ROM (2001)
- 5) 金井俊孝: フィルム成形のプロセス技術, Andtech (2016)
- 6) Tamura, S., Kuramoto, I. and Kanai, T. : Polym. Eng. Sci., 52 (6), 1383 (2012)
- 7)金井俊孝監修:フィルムの機能性向上と成形加工・分析・評価技術,第二巻 序論,Andtech(2013)
- 8)金井俊孝監修:機能性包装フィルム・容器の開発と応用,第一章,CMC 出版(2015)
- 9) 武部智明,南 裕,金井俊孝:成形加工 21, (4) 202 (2009)
- 10)大野智是、山田敏郎、武部智明、藤井望、金井俊孝: プラスチック成形加工学会秋季シンポジア'13,313 (2013)
- 11) Kanai, T., Ohno, S., Yamada, T. and Takebe, T.: AWPP-2014 Proceedings (2014)
- 12) 中村宣夫,山田敏郎,金井俊孝,武部智明:プラスチック成形加工学会年次大会,215(2013)
- 13) 中村宣夫,金井俊孝,武部智明,田村和弘,多田薫: プラスチック成形加工学会秋季シンポジア'14,375 (2014)
- 14)奥山佳宗,中山夏実,山田敏郎,高重真男,金井俊孝: 要旨集,113,成形加工シンポジア'12(2012)
- 15) Kanai, T. : Chapter 8 in Polymer Processing Advances, Kanai, T. and Campbell, G. A.