●誘電緩和測定と粘弾性測定による高分子ブレンド中高分子鎖運動の観察

基盤技術研究所 物性評価グループ 髙田じゆん

一般に異種高分子のブレンド系は非相溶であるが、相溶性を示すブレンド系も多く見出されている。しかし、こうしたブレンド系中では高分子同士が静的に相溶していても、自己濃縮などの効果により成分高分子鎖の濃度は完全に均一とはならない(動的不均一性)。そのため、各高分子鎖の摩擦状態に違いが生じ、比較的スケールの小さなセグメントオーダーの運動では緩和モード分布が広がることが知られている。しかし、高分子鎖全体程度のスケールの運動(グローバル-ダイナミクス)に対する動的不均一性の影響については十分に検討されていない。

そこで本研究ではA型双極子を持ち、両末端間ベクトルの運動が誘電活性であるポリイソプレンと、誘電不活性で あるポリ(p-t-ブチルスチレン)のブレンド試料に対して、誘電緩和測定と粘弾性測定を行い、各成分高分子鎖のグロー バル-ダイナミクスに対する動的不均一性の影響を検討した。その結果、グローバル-ダイナミクスの運動性の違いに よって、動的不均一性から受ける影響は異なることが見出された。

1 緒 言

一般に異種高分子のブレンド系は非相溶であるが、相溶性を 示すブレンド系も多く見出されている¹⁻¹⁵⁾。しかし、こうしたブレン ド系中では高分子同士が静的に相溶していても、モノマーが連 結されていることによって同種のセグメントは局所的に濃縮され る傾向があり、セグメント程度のスケールにおける成分高分子鎖 の濃度が完全に均一となることはない²⁻⁸⁾。この自己濃縮(selfconcentration)により、相溶性ブレンド中の異種成分鎖のセグメ ントは、異なる運動性を示すことがある。また、高分子鎖の固有 セグメント摩擦は各成分鎖で同じではない場合が多く、この固 有摩擦の差も、異種成分鎖のセグメント運動に違いをもたらす 原因となる。さらに、成分鎖の濃度はセグメント程度から高分子 鎖全体の拡がり(以上)にわたる種々のスケールにおいて動的に 揺らいでおり、対応するスケールでの高分子鎖の運動に影響を 与える。

この自己濃縮、固有摩擦の差、濃度揺らぎという要因により、 相溶性高分子ブレンド系の緩和モード分布は、成分高分子単体 の緩和モード分布に比べてブロードになる。特に、セグメント緩 和のモード分布に関しては、前述の要因が各成分のガラス転移 温度Tgの差や、この差に対応する温度-時間換算則の破れを もたらすことが明らかにされている²⁻¹⁴⁾。 同様に、高分子鎖の 拡がり程度の大きなスケールにおける成分高分子鎖の運動(グ ローバル-ダイナミクス)を反映する終端緩和にも、上記の要因に よる複雑性が現れることが予想される。しかし、これまでの研 究ではこうした挙動は観察されていない^{2-8,12-14)}。たとえば、浦川 らは、A型双極子を持ち、大きなスケールの運動が誘電活性とな るシス-ポリイソプレン(以下、PIと略記する)と、A型双極子を持 たないポリビニルエチレン(1,2-ポリブタジエン;以下PVEと略 記する)の相溶性ブレンドの誘電緩和を詳細に検討し、終端誘 電緩和に対応するPI鎖の拡がりをブレンド内の空間スケールの 基準長とすることで、PIとPVEの両成分のセグメント運動の空 間スケールは異なり、自己濃縮の描像が成立していることを明 らかにした⁶⁻⁸⁾。しかし、PIの終端誘電緩和には温度-時間換算 則の破れなどの複雑性は観察されず、PI鎖のグローバル-ダイナ ミクスは濃度揺らぎなどの影響をほとんど受けないことも見出 されている⁸⁾。この結果は、ブレンド系内の全てのPI鎖が同一の 摩擦状態・同一のからみ合い環境にあることを意味している。 おそらく、測定に使用したブレンド中ではPI、PVEの各成分鎖 とも十分に重なり合った状態にあり、濃度揺らぎの波長が小さ いことや、各成分鎖のバルクでのT₈の差(T_{8-PVE} = 0℃, T_{8-PI} = -70℃)に反映される固有セグメント摩擦の差があまり大きくない ことが、PI鎖のグローバル-ダイナミクスに対する濃度揺らぎの 影響が観察されなかった原因だと推察される。

この推察に基づき、我々はPIとポリ(p-t-ブチルスチレン;以 下、PtBSと略記する)のブレンド系に着目して、系内の各成分鎖 のグローバル-ダイナミクスを検討した¹⁶⁾。PIとPtBSのブレン ド系は下限臨界温度(LCST)型の相分離挙動を示すが、その 臨界温度 T_{LCST} は非常に高く(分子量が数万程度のPIとPtBS の組み合わせでは $T_{LCST} > 200$ °C)、通常の温度域では相溶状 態にあることが知られている¹⁵⁾。また、バルク系のT_gの大きな差 ($T_{g.PtBS} \approx 150$ °C, $T_{g.PI} \approx -70$ °C)を反映して、PIとPtBSの固有 セグメント摩擦は大きく異なると考えられ、濃度揺らぎがブレン ド系中の高分子鎖のグローバル-ダイナミクスに影響を与えるこ とが期待された。以下でその詳細を報告する。

2 実 験

2.1 試料

Table.1に本研究で使用したPI-20 試料、PtBS-70 試料と

PS-40 試料(ポリスチレン)の分子特性をまとめた。試料コード は1000を単位とする分子量を表す。PtBS-70はベンゼン中、s-ブチルリチウムを用いたアニオン重合で合成し、光散乱GPC測 定装置(CO-8020, DP-8020, LS-8000, Tosho)で特性決定 したものである。PI-20はKurarayから供与されたものであり、 PS-40はToshoより購入したものである。

測定に使用したのはPI-20/PtBS-70=8/2(wt/wt)とPI-20/ PS-40=8/2(wt/wt)のブレンド試料である。ブレンドは、所定の 重量比のPI-20とPtBS-70を共通良溶媒であるテトラヒドロフ ランに総濃度が10wt%になるように溶かし、この溶液を大量のメ タノール/アセトン=8/2の混合溶媒(非溶媒)に滴下してポリマー を沈澱させ、沈殿物を真空中85℃で乾燥させるという方法で調 製した。PI-20/PS-40ブレンド試料も同様の方法で調製した。

Table 1. Characteristics of Sam	ples.
---------------------------------	-------

Code	$10^{-3}M_{ m w}$	$M_{ m w}/M_{ m n}$
PtBS-70 PI-20 ^a PS-40 ^b	69.5 19.9 39.7	$1.03 \\ 1.10 \\ 1.05$

a : Supplied from Kuraray Co.

b : Supplied from Tosho Co.

2.2 測定

前述のブレンド試料に対して、ARES(Rheometrics社製) を用いて、30~70℃の温度範囲で動的粘弾性測定を行った。 ひずみは10%以下とし、線形領域での貯蔵および損失弾性率 G,G"を測定した。測定は直径30.0mmの平行円板型ジオメト リー中で行った。この平行円板はテフロンとセラミックスで絶 縁されたステンレス製の主電極(ガード電極付)および、同様に 絶縁された対電極よりなる。この平行円板を誘電セルとしても 使用し、粘弾性測定後のブレンド試料に対し、30~70℃の温 度範囲で動的誘電測定を行った。測定にはインピーダンス・ アナライザー(1260, Solartron)と誘電インターフェイス(1296, Solartron)を用いた。

PI-20単体とPtBS-70単体に対しても動的粘弾性測定およ び誘電緩和測定を行った。

3 結果と考察

3.1 ブレンド成分のバルク系における挙動

PI-20/PtBS-70ブレンド系の成分であるPI-20とPtBS-70 は、それぞれバルク状態において温度-時間換算則に従った。 バルク系の動的データと温度-時間換算則の移動因子a_Tは、ブ レンド系内の成分鎖のダイナミクス解析のための基礎情報とな る。以下では、これらのバルク系のデータについて述べる。

3.1.1 PI-20バルク系

Fig. 1に基準温度*T*_{r,bulk}=30℃におけるPI-20バルク系の G',G"データおよび動的誘電損失(ϵ ")データのω依存性を示し た。 ϵ "は10⁴倍してG',G"と比較した。PI-20はバルク系PIのか らみ合い点間分子量*M*_{e,PI} (\Rightarrow 5.0×10³)の約4倍の分子量を持 ち、ややからみ合った状態にある^{17,18)}。これを反映して、**Fig. 1** では、ややからみ合った高分子鎖に特徴的なG',G"のω依存性 (G'曲線とG"曲線の交差)が観察された。また、PtBSとは異 なり、PIはA型双極子を持つので、終端粘弾性緩和を誘起する グローバル-ダイナミクスが顕著な誘電緩和も引き起こすことが **Fig. 1**から確認された。



Fig.1 Storage and loss moduli, G' and G", and dielectric loss ε ",obtained for the bulk PI-20 sample. The ε " data are multiplied by a factor of 10⁴ and compared with the moduli data. The time-temperature superposition held excellently for those data reduced at 30°C are shown.

Fig. 2は、PI-20バルク系の基準温度 $T_{r,bulk}=30$ ℃に対する移動因子 a_T を基準温度からの温度差 $T-T_r$ に対してプロットした結果である。実線は(1)式に示したWLF式による計算結果である¹⁹⁾。

$$\log a_{\rm T} = -\frac{4.425(T - T_{\rm r,bulk})}{140.0 + T - T_{\rm r,bulk}}$$
(1)

PI-20の終端粘弾性緩和と誘電緩和が共にグローバル-ダイ ナミクスによって誘起されていることを反映して、G,G"に対する a_T(□)とε"に対するa_T(○)はよく一致し、同一のWLF式で記



Fig.2 Shift factor a_T obtained for the viscoelestic G^* data (squares) and dielectric ε " data(circles) of bulk PI-20 sample.

The solid curve indicates the WLF eq(1).

述されることが確認された。

3.1.2 PtBS-70バルク系

Fig. 3に基準温度 $T_{r,bulk}$ =180℃における、PtBS-70バルク系 のG,G"データを示した。PtBSはA型双極子を持たないため、 グローバル-ダイナミクスによる誘電緩和は観察されない。その ため ϵ "データは示していない(PtBSのセグメントの緩和は誘電 活性である。しかし、その緩和は今回の測定周波数範囲より高 い周波数領域に存在するため、観察されていない)。**Fig.** 3では G'曲線とG"曲線の交差は観察されず、PtBS鎖はほとんどから み合いがない状態にあると考えられた。後述するように、PtBS バルク系の測定結果はRouse modelとよく一致しており、このこ とも「からみ合いがほとんどない」ということを支持している。



Fig. 3 Storage and loss moduli, G' and G", obtained for the bulk PtBS-70 sample. The time-temperature superposition held for these data, and the data reduced at 180°C are shown. The PtBS chain having no type-A dipoles exhibited no significant dielectric relaxation in the range of ω examined.

Fig. 4は、PtBS-70バルク系の基準温度 $T_{r,bulk}$ =180℃に対す る移動因子 a_T を基準温度からの温度差T-Trに対してプロット した結果である。実線は(2)式に示したWLF式による計算結果 である。

$$\log a_{\rm T} = -\frac{10.0(T - T_{\rm r,bulk})}{116.5 + T - T_{\rm r,bulk}}$$
(2)

PtBS-70バルク系においても、移動因子a_TはWLF式で記述 されることが確認された。

3.2 ブレンド試料の動的挙動の概観

30℃、50℃、70℃におけるPI-20/PtBS-70ブレンド試料のG' (□),G"(■)と ϵ "を**Fig. 5**に示した。 ϵ "(○)は10⁴倍してG',G" と比較した。図中の細い実線と点線は後述する方法で換算した PI-20バルク系の ϵ "データと複素弾性率である。

ブレンド試料のG',G"に注目すると、G'∞ω²,G"∞ωという関

係で特徴付けられる終端粘弾性緩和が観察された。PtBSはA 型双極子を持たないので、終端誘電緩和はブレンド中のPI-20 鎖のグローバル-ダイナミクス(両末端間ベクトルの揺らぎ)に帰属 される。



Fig.4 Shift factor a_T of obtained for the G^{*} data of bulk PtBS-70 sample. The solid curve indicates the WLF eq(2).



Fig.5 Storage and loss moduli, G' and G", and dielectric loss ε ", obtained for the PI-20/PtBS-70 blend with the PI/PtBS composition of 8/2 (w/w) at 30, 50, and 70°C. The ε " data (unfilled circles) are multiplied by 10⁴ and compared with G' and G" data (unfilled and filled squares). These data are plotted against the angular frequency ω . Thin solid and dotted curves indicate the dielectric and viscoelestic data of bulk PI normalized by PI volume fraction in the blend, $\phi_{PI} \varepsilon$ "_{PI-bulk} (ω).

図中の細い実線は、PI-20バルク系の ϵ "データにブレンド中のPI-20の体積分率 $\phi_{PI}(=0.81)$ を乗じた換算データ $\phi_{PI} \epsilon$ "PIbulk(ω)を、ブレンド中の ϵ "データに重なるようにシフトさせたものである。いずれの温度でも、 ϵ "極大より高周波数側ではブレンド系とバルク系のデータはよく重なっており、緩和モードの分布は等しいと考えられた。しかし、30℃と50℃の ϵ "極大より低周波数側ではブレンド系データにはバルク系には存在しない遅い緩和が現れており、重ね合わせが成立していない。このことは**Fig. 6**から、より明確に確認された。

各温度での ε "データを ω 軸方向に因子 $a_{T,\varepsilon}$ だけ移動して、重 ね合わせを行った結果を**Fig.6**に示した。基準温度は30℃とし た。前述のように、測定温度が低いほど低周波数側の緩和モー ド分布が広くなり、温度-時間換算側を満たさないことが確認さ れた。このことは、30℃,50℃でのブレンド系中には、他のPI鎖 よりも緩和が遅い少量のPI鎖が存在することを示している。ま た、70℃ではブレンド系の ε "データとバルク系の換算データ(細 い実線)が、よく重なっていることから、前述の緩和が遅い成分 が検出されなくなっていると考えられた。



Fig.6 Test of the time-temperature superposability for the ε "data of the PI-20/PtBS-70 blend with the PI/PtBS composition of 8/2(w/w). The data at 50 and 70°C are shifted along the ω axis by a factor $a_{T, \varepsilon}$. The solid curve indicates the normalized dielectric data of bulk PI (identical to the thin solid curves shown in the top panel of Fig. 5).

3.3 ブレンド中の成分鎖ダイナミクスに対する 濃度揺らぎの効果

3.3.1 PI-20鎖

各成分鎖に対する濃度揺らぎの効果を考える場合、それぞれ の鎖の緩和速度がどのような関係にあるかが重要になる。Fig. 5中の点線は、ε"データからブレンド系中でのPI-20鎖の終端 緩和時間を求め、それとバルク系PI-20の粘弾性データを用い て、ブレンド系中でのPI-20鎖の粘弾性挙動を推定したものであ る。この点線データと実測データ(□,■)を比較すると、実測デー タの終端粘弾性緩和が現れる時点では、すでにブレンド系中 PI-20鎖の終端緩和は終了しており、実測データの終端粘弾性 緩和はPtBS-70鎖のグローバル-ダイナミクスに帰属できる。こ の帰属に基づいて、各成分鎖の終端緩和時間を比較すると、ブ レンド系中でのPI-20鎖の終端緩和時間はPtBS-70鎖より短く なっていることが確認された。

このことを考慮すると、PI鎖に対する温度-時間換算則の 破れは、以下の状況を反映していると考えられた。ブレンド系 中のPtBS-70 鎖の濃度 CPtBS (=0.19g cm⁻³) は重なり濃度 C*PtBS (=0.10g cm⁻³)と大差ないので、PtBS-70 鎖の拡がりR_{g,PtBS}(≒ 6.5nm)程度の波長までPtBS-70鎖の濃度揺らぎは発現可能で あると考えられる。この揺らぎの解消にはPtBS-70鎖の緩和時 間_{てPuBS}程度の時間を要するが、ブレンド系中のPI-20鎖の緩和 時間は TPtBSより短い。従って、PI-20 鎖の緩和の時間スケール においては、PtBS-70鎖の濃度揺らぎは事実上凍結されており、 $R_{g,PtBS}$ 程度の空間スケールにわたる静的な C_{PtBS} の勾配と等価 となる。このCPtBSの勾配はPI-20鎖のセグメント摩擦に大きな 分布をもたらすが、PI-20 鎖の拡がりRg,PI (≒ 4.7nm) がRg,PtBSよ り小さいために、この摩擦の空間分布はPI-20鎖内に留まらず、 隣接したPI-20 鎖にも及ぶ。すなわち、PtBS-70 鎖が濃縮され て、摩擦が大きくなっている領域に存在するPI-20鎖は、その終 端緩和に対応する距離(Rg,PI)程度を移動しても、この領域に留 まるので、他のPI-20鎖に比べて緩和が遅くなる。この摩擦状態 が異なるPI-20鎖間の緩和時間の差は、系の温度がPI-20鎖の ガラス転移温度Tg,PIに近づくほど大きくなるので、PI-20鎖の誘 電緩和は温度-時間換算則を満たさず、低温ほど広い緩和モー ド分布を示したものと考えられた。

また、測定温度上昇に伴う緩和モード分布変化の要因として は、PI-20鎖とPtBS-70鎖の混合状態の変化も考えることができ る。前述のように、PI/PtBSブレンド系はLCST型の相分離挙動 を示すため、測定温度の上昇に伴い、濃度揺らぎが増幅されてい る可能性がある。この濃度揺らぎが増幅され、相分離まで達した 極端な例として、**Fig.7**にPI-20/PS-40=8/2(wt/wt)ブレンド系 の30℃における ϵ "データ(〇)を示した。このブレンド系は非相溶 性の組み合わせであり、異種高分子鎖間での相互作用がない系 のモデルである。実線はPI-20バルク系の30℃での ϵ "データに ブレンド系中の体積分率 ϕ_{PI} (=0.81)を乗じた換算データ $\phi_{PI}\epsilon$ "PLbuk(ω)を、全くシフトさせずに示したものである。実測データ(〇) と実線データはよく重なっており、完全に相分離している系での



Fig. 7 Dielectric loss data (circles) obtained for the PI-20/PS-40 blend with the PI/PS composition of 8/2 (w/w) at 30°C. The solid curve indicates the normalized dielectric data of bulk PI at 30°C, $\phi_{\text{PI}} \varepsilon$ "PI-bulk (ω), being plotted against ω .

高分子鎖の摩擦状態はバルク系と等しくなることが確認された。 PI/PtBSブレンド系のT_{LCST}は約200℃と見積もられており、今 回の測定温度範囲(<70℃)では、相分離状態にはならない。そ のため、**Fig.7**に示したような極端な混合状態の変化を示すこと はないが、昇温によって濃度揺らぎが増幅され、それがPI-20鎖 の緩和モード分布を狭くする要因となっている可能性もある。

以上のように、緩和モード分布変化の要因として2つの可能性 を挙げたが、これらの詳細に関してはさらなる検討が必要である。

次に、PI-20/PtBS-70ブレンド系中でPI-20鎖が受ける摩 擦がバルク系中での摩擦に比べてどの程度大きいかを検討し た。この目的のために、Fig. 8では、このブレンド系のε"に対す る移動因子a_T (○)をバルク系のa_T (実線;(1)式)と比較し た。いずれの系についても基準温度は30℃とし、a_{T.} を*T-T*r に対してプロットしてある。ブレンド系のar,はバルク系ar,よ り強いT-Tr 依存性を示し、ブレンド系中の方がTg.PIが高く、摩 擦が大きいことが確認された。さらに、ブレンド系のa_{T.} データ のWLF解析を行って、基準温度を41℃に選びなおした場合の a_{T.} (●) が実線とよく一致することから、ブレンド系中のPI-20 のT_{g,PI}はバルク系のT_{g,PI}よりΔT_{g,PI}=11℃だけ高いと考えられた (PtBS-70 鎖による逆可塑化)。ブレンド系とバルク系の摩擦の 差は、このΔTg,PIに対応する。この検討結果は、Fig. 6の重ね合 わせが成立している領域に適用できるものである。よって、低周 波数側の遅い緩和に寄与しているPI-20鎖のTg,PIは、より高く なると考えられた。



Fig. 8 Plots of the shift factor $a_{T,\epsilon}$ obtained in Fig. 6 against a distance from the reference temperature T_r , T- T_r with T_r =30°C. The solid curve indicates a_T of bulk PI plotted against T- $T_{r,bulk}$ with $T_{r,bulk} = 30$ °C (cf. eq(1)). The filled circles denote a shift factor $a_{T,\epsilon}$ ' for PI in blend with respect to the iso-frictional reference temperature, T'r=41°C. This $a_{T,\epsilon}$ ' is plotted against T-T'r.

3.3.2 PtBS-70鎖

PtBS-70 鎖に対する濃度揺らぎの影響を検討するには、Fig. 5より、PtBS-70鎖の終端粘弾性緩和を抽出する必要がある。こ のために、Fig.5中のブレンド試料のG',G"からPI-20鎖の複素 弾性率(点線)の寄与を差し引いて、PtBS-70鎖のG',G"データ (ΔG',ΔG")に対して温度-時間換算則が成立するかを検討した (**Fig. 9**)。この検討の結果、 Δ G', Δ G" 共によく重なっており、か つ、PtBSバルク系でのG',G" (点線) との重なりも良好であるこ とから、温度-時間換算則が成立していることが確認された。ま た、Rouse modelによる計算結果(実線) ともよく一致しており、 PtBS-70鎖にはからみ合いがほとんどないことも確認された。

以上の結果より、ブレンド系中においてもPtBS-70鎖の緩 和モード分布はバルク系と等しく、ブレンド系の濃度揺らぎは、 PtBS-70鎖のグローバル-ダイナミクスに影響を与えていないこと



Fig. 9 Test of time-temperature superposability for the G_{blend}^* data of the PI-20/PtBS-70 blend (top panel) and the ΔG^* data of the PtBS-70 chains in the blend (bottom panel). In the bottom panel, thin dotted curves indicate the normalized viscoelastic data of bulk PtBS-70. The solid curve represents the modulus expected for the PtBS chains relaxing through the Rouse mechanism.

が確認された。これは、PtBS-70鎖の終端緩和の時間スケー ルにおいては、より早く運動しているPI-20鎖が高分子鎖の摩 擦の空間的不均一性を解消しているためと考えられた。この場 合、全てのPtBS-70鎖について、終端緩和領域での摩擦状態は 等しくなり、温度-時間換算則が成立することが理解される。

次に、PI-20/PtBS-70ブレンド系中でPtBS-70鎖が受ける 摩擦がバルク系中での摩擦に比べてどのように変化しているか を検討する。3.3.1と同じ手法を用いて、ブレンド系中とバルク系 で等摩擦状態となる基準温度の差を求めた。Fig. 10では、Fig. 9で求めたブレンド系でのPtBS-70鎖の移動因子 $a_{T}(\bigcirc)$ をバル ク系の $a_{T,\epsilon}$ (実線;(2)式)と比較した。ブレンド系については基 準温度を30℃とし、バルク系では180℃として、 a_{T} を*T*-*T*rに対し てプロットしている。PI-20とは異なり、PtBSではバルク系の a_{T} の方がブレンド系の a_{T} より強い*T*-*T*r依存性を示し、バルク系中 の方が $T_{g,PtBS}$ が高く、摩擦が大きいことが確認された。これは、 ブレンド系中のPtBS-70鎖がPI-20によって、強く可塑化されて いることを示している。さらに、ブレンド系の a_T データのWLF解 析を行って、基準温度を-20℃に選びなおした場合の a_T (●)が 実線とよく一致することから、ブレンド系中のPtBS-70の $T_{g,PtBSI}$ はバルク系の $T_{g,PtBS}$ より $\Delta T_{g,PtBS}$ =200℃だけ低いと考えられた。



Fig. 10 Shift factor $a_{T,\Delta G^*}$ (unfilled circles) for the PtBS-70 chains obtained in Fig. 9. This factor is plotted against a distance from the reference temperature, *T*-*T*_r with *T*_r=30°C. The solid curve indicates a_T of bulk PtBS plotted against *T*-*T*_{r,bulk} with *T*_{r,bulk} =180°C (cf. eq(2)). The filled circles denote a shift factor a_T ' for PtBS in blend with respect to the iso-frictional reference temperature, *T*'_r.

4 結言

本研究では、PI-20/PtBS-70 8/2(wt/wt)ブレンド系に対し て、誘電緩和測定と粘弾性測定を行い、各成分高分子鎖のグ ローバル-ダイナミクスに及ぼす濃度揺らぎの効果を検討した。 ブレンド中のPI-20鎖のグローバル-ダイナミクスは温度-時間 換算則を満たさず、低温ほど低周波数領域の緩和モード分布が 広がっていた。PtBS-70鎖の運動とPI-20鎖の運動を比較す ると、PtBS-70鎖の方が遅いために、大規模な濃度揺らぎは、 PI-20鎖の運動の時間スケールでは、濃度の静的な不均一と等 価となる。このために、PI-20鎖の摩擦に分布が生じ、前述した 低温での緩和モード分布の広がりを示したものと考えられた。

一方、ΔG',ΔG"に反映されたPtBS-70鎖のグローバル-ダイ ナミクスは、測定温度域で温度-時間換算則を満たしていた。こ れは、PtBS-70鎖より速く運動しているPI-20鎖が、PtBS-70 鎖の運動の時間スケールでの濃度の不均一性を消し去って、全 てのPtBS-70鎖が同じ摩擦状態にあるためと考えられた。この ように、ブレンド系中の運動が速い成分鎖と遅い成分鎖に対し て、濃度揺らぎが与える効果は異なっていることが見出された。

* 本論文は参考文献16に挙げた論文の内容を要約したものである。

5 謝辞

本研究は、京都大学大学院工学研究科分子工学専攻分子レ オロジー分野への国内留学中に行ったものである。研究推進に あたりご指導いただいた渡辺宏教授、井上正志助教授(現大阪 大学教授)、松宮由実博士に深い感謝の意を表する。

また、留学に際して種々のご協力を頂いた関係者各位にも感 謝の意を表する。

6 参考文献

- Utracki LA. Polymer Alloys and Blends, Carl Hanser: Munich, 1989.
- Chang GC, Kornfield JA, Smith SD, Macromolecules, 27, 964 (1994).
- Alegria A, Colmenero J, Ngai KL, Roland CM, Macromolecules, 27, 4486 (1994).
- Kumar SK, Colby RH, Anastasiadis SH, Fytas G, J Chem Phys, 105, 3777 (1996).
- 5. Lodge TP, McLeish TCB, Macromolecules, 33, 5278 (2000).
- Hirose Y, Urakawa O, Adachi K, Macromolecules, 36, 3699 (2003).
- Hirose Y, Urakawa O, Adachi K, J Polym Sci B Polym Phys, 42, 4084 (2004).
- 8. Urakawa O, Nihon Reoroji Gakkaishi, 32, 265 (2004).
- Wetton RE, MacKnight WJ, Fried JR, Karasz FE, Macromolecules, 11, 158 (1978).
- Liang K, Banhegyi G, Karasz FR, MacKnight WJ, J Polym Sci B Polym Phys, 29, 649 (1991).
- Miura N, MacKnight WJ, Matsuoka S, Karasz FE, *Polymer*, **42**, 6129 (2001).
- Haley JC, Lodge TP, He Y, Ediger MD, von Meerwell ED, Mijovic J, *Macromolecules*, 36, 5142 (2003).
- 13. Haley JC, Lodge TP, *J Rheol*, **48**, 463 (2004).
- Pathak JA, Kumar SK, Colby RH, *Macromolecules*, 37, 6994 (2004).
- Yurekli K, Krishnamooti R, *J Polym Sci B Polym Phys*, 42, 3204 (2004).
- Watanabe H, Matsumiya Y, Takada J, Sasaki H, Matsushima Y, Kuriyama A, Inoue T, Ahn KH, Yu W, Krishnamooti R, *Macromolecules*, 40, 5389 (2007).
- Ferry JD, Viscoelastic Properties of Polymers, 3rd ed, Wiley: New York, 1980.
- 18. Graessley WW, Adv Polym Sci, 16, 1 (1974).
- Watanabe H, Ishida S, Matsumiya Y, Inoue T, Macromolecules, 37, 1937 (2004).