水性シリコーン系グラフトポリマーの溶液挙動と塗膜物性

製品研究所第一研究グループ 前田佳治

シリコーンマクロモノマーとメタクリル酸メチルおよびメタクリル酸のラジカル共重合を行い、グラフトポリ マーを合成した。次に、グラフトポリマーを水酸化ナトリウムで中和し、水可溶性の水性シリコーン系グラフト ポリマーを合成した。水性シリコーン系グラフトポリマーの水溶液中の挙動として臨界ミセル濃度を測定したと ころ、シリコーンの導入により、臨界ミセル濃度が低濃度化し、かつ、アゾペンゼンの可溶化量は5倍以上増加 した。(水·アセトン)系での溶解性の変化を1HNMRにより検討したところ、アセトン量の増加によりMMAに対 するシリコーンのピーク面積比が大きくなる現象が見られ、ミセル状態の変化が示唆された。また、水性シリコ ーン系グラフトポリマーの塗膜表面物性を測定したところ、臨界表面張力はシリコーンの導入によって減少し、 動摩擦係数は、分子量の比較的大きいシリコーンマクロモノマーの導入により減少が見られた。

1 緒 言

ブロック・グラフト共重合体は、ランダムポリマーと比べて 同組成でも各セグメントがそれぞれ独立した挙動を示すので、 ランダムポリマーとは塗膜物性などにおいて異なった性質を有 することは良く知られている。1)2)しかし、各種ブロック・グ ラフト共重合体において、合成および構造解析と、塗膜物性 との相関性に関する報告は少ない³)。

マクロモノマーは、グラフト鎖の導入が簡便であり、導入率 も高いことから、分子構造の制御されたグラフトポリマーの設 計に利用されている。マクロモノマー法により、従来では検討 できなかった、高分子構造と物性の詳細な相関が次第に明ら かにされつつある4)。

当社では、マクロモノマーの製造及びマクロモノマーを 利用したグラフトポリマー(商品名サイマック、レゼダ)を 製造し、各種用途向けに製造販売を行っている。

今回は、その中でもシリコーンマクロモノマーを利用し て、ポリ(ソジウムメタクリレート-g-シリコーン)を合成 し、その溶液挙動や塗膜の表面物性の傾向について検討を 行った。

2 実験方法

2.1 原料

メタクリル酸メチル(MMA) メタクリル酸(MAA)お よびテトラヒドロフラン (THF)は、常法により蒸留精製し て用いた。開始剤の2,2'-アゾビス(2,4-ジメチルバレロニト リル)(ADVN)は、市販のものをそのまま用いた。

シリコーンマクロモノマーは、片末端にメタクリル基を有す る分子量1000と10000のもの (チッソ㈱製)をそのまま用いた。 なお、今後グラフト部分のシリコーンはPDMS(ポリジメチル シロキサン)と略す。

2.2 グラフトポリマーの合成

2.2.1 重合 (PMAA-g-PDMSの合成)

四つロフラスコを用い、環流冷却管・温度計・撹拌装置を備 えたものに、シリコーンマクロモノマー、MMA、MAAを各割 合で仕込み、窒素雰囲気下ADVNを開始剤とし、THF中60 で6時間反応させた。重合後、n-ヘキサンに沈殿させ、グラフ トポリマーを分離後、(THF / n-ヘキサン)系で再沈精製した。 また、ブランクとして、シリコーンを含まないMMAとMAAの 共重合体を3種類合成した。これらの合成結果をTable 1に示 す。なお、今後このようにして合成したグラフトポリマーを PMAA-g-PDMSと略す。

| Dino CPH 70 | 2 |
|---------------------|-----------------------------|
| Table 1 Preparation | of PMAA_a_PDMS ^a |
| | |

| Polymer No. | <u>Composition, Si-</u> Feed (wt%) | <u>NK^{b)} / MMA / NAA</u> Copolymer ^{e)} (wt%) | _ Silicone contents" (wt%) | Mn") | ₩w°) | Mw∕∦n°' |
|----------------|--|--|----------------------------------|-------|-------|---------|
| GP110 | 10 ^r / 80 / 10 | 8.2 / 83.1 / 8.9 | | 20000 | 23300 | 1.17 |
| GP130 | 10" / 60 / 30 | 10.2 / 64.5 / 25.3 | | 22700 | 24600 | 1.08 |
| GP310 | 30'' / 60 / 10 | 25.1 / 47.3 / 9.6 | - | 20400 | 27100 | 1.33 |
| GP330 | 30'' / 40 / 30 | 23.8 / 47.3 / 28.9 | | 22200 | 26500 | 1.18 |
| GP1010 | 10*' / 80 / 10 | 5.1 / 86.0 / 8.9 | 6.2 | 36100 | 46000 | 1.28 |
| GP1020 | 10" / 70 / 20 | 6.8 / 74.7 / 18.5 | - | 20200 | 34700 | 1.72 |
| GP1030 | 10*' / 60 / 30 | 8.7 / 66.4 / 24.9 | 9.1 | 26200 | 31600 | 1.20 |
| GP2010 | 20") / 70 / 10 | 8.0 / 81.9 / 10.1 | _ | 24400 | 30900 | 1.27 |
| GP2020 | 20 ⁴⁾ / 60 / 20 | 8.7 / 70.1 / 21.2 | | 20100 | 31500 | 1.56 |
| GP2030 | 20" / 50 / 30 | 10.2 / 59.1 / 30.7 | _ | 27500 | 37100 | 1.34 |
| GP3010 | 30*' / 60 / 10 | 18.0 / 71.0 / 11.0 | 17.0 | 21100 | 34600 | 1.64 |
| GP3020 | 30*' / 50 / 20 | 14.1 / 63.9 / 22.0 | - | 24900 | 39900 | 1.61 |
| GP 30 30 | 30*) / 40 / 30 | 13.6 / 54.1 / 32.3 | 12.4 | 30100 | 37700 | 1.25 |
| P10 | 0 / 90 / 10 | 0 / 92,0 / 8.0 | - | 24200 | 33500 | 1.38 |
| P20 | 0 / 80 / 20 | 0 / 83.8 / 8.0 | - | 31300 | 46000 | 1.47 |
| P30 | 0 / 70 //30 | 0 / 74.5 / 25.5 | - | 36000 | 55800 | 1.55 |

Polymerization condition: temperature, 60°C; time, 6h; in THF solution.

¹⁰ Silicone macromonomer.
 ²⁰ The ratios of Si-MM, MMA, and MAA were caluculated from ¹B NMR in aceton-d₀ and acid-base titration results.
 ²¹ Silicone contents were measured by the burning method.
 ²² GFC-LALLS method in THF solution.
 ²³ Mn=1530, N#=1540, N#VM=1.166.
 ²⁴ Nn=9970, N#=11400. N#VM=1.14.

2.2.2 水性化 (PMAANa-g-PDMSの合成)

重合で得たグラフトポリマーをアセトンに溶解した後、水酸 化ナトリウム水溶液を添加し、生成した沈殿物を濾過し、イ ソプロパノールで洗浄し、濾過、真空乾燥して精製した。な お、今後このようにして得られたグラフトポリマーの水性化物 をPMAANa-g-PDMSと略す。

2.3 グラフトポリマーのキャラクタリゼーション

グラフトポリマーの分子量は、GPC低角度光散乱(GPC-LALLS)により絶対分子量を求めた。

シリコーン含量は、¹H NMRにより、溶媒に重アセトンを用 いて測定したジメチルシリル基のプロトンとMMAのメトキシ 基のプロトンの比を基に、酸価測定により得られたMAA量を 除いた量から計算した。また、硫酸による湿式焼成法によっ て、SiO2の定量分析でのシリコーン量の測定を行い、¹H NMR の値との比較を行った。

酸価は、0.1N-KOHのエタノール溶液を用いて酸-塩基滴定 を行い求めた。指示薬はプロモチモールブルーを使用した。

2.4 臨界ミセル濃度の測定

臨界ミセル濃度は、色素可溶化法により測定した。色素は アゾベンゼンを使用した。検量線は、水/エタノールの等量混 合液に各濃度のアゾベンゼンを溶解し、可視吸収スペクトル の最大吸収波長での吸光度を測定し、濃度との関係をプロッ トして作成した。

測定は、グラフトポリマーを各濃度に調整した水溶液にア ゾベンゼンを添加し、60 5日間放置後の溶解量を、上記検量 線を用いて測定した。溶解量を測定すると、ある濃度を超え ると可溶化量が急激に増加する点が見いだされる。その点 (濃度)を臨界ミセル濃度として測定した。

2.5 塗膜調整方法

塗膜は、中和前のグラフトポリマーはMEK、中和後はメタ ノールに、15重量%の溶液に調整後、ガラス上またはポリエス テルフイルム上に膜厚約1µmとなるようにバーコーターを用 いて塗装した。塗膜は80 10秒間で乾燥し、恒温恒湿 (23 ±2 、50%湿度)状態で24時間以上保存した。

2.6 分析機器

¹H NMRは、日本電子㈱製JEOL FX100 (100MHz)を使 用した。溶媒に重アセトンおよび重水を用いて測定した。

GPC底角度光散乱(GPC-LALLS)は、東ソー㈱製LS-8000を使用した。溶媒としてTHFを用い、RIとLALLSの 測定結果より絶対分子量を測定した。

可視吸光スペクトルは、㈱日立製作所製Hitachi200-0210型ダブルビーム型分光光度計を使用した。測定は、 光路長10mmの石英セルを用いて20 で行った。

接触角は、ゴニオメーター(エルマ光学㈱製)を用い、 スライドガラス上にキャストした塗膜と各溶媒との空気 接触面を恒温恒湿(23±2、50%湿度)状態で測定を行 った。

動摩擦係数は、表面性試験機(新東科学工業㈱製 HEIDON-14D)を使用し、ポリエステルフイルム上にキ ャストした塗膜上を測定した。塗膜への接触子として 直径10mmのステンレス製球、走行速度150mm/min、荷重は 100gの条件下、恒温恒湿(23±2、50%湿度)状態で測定を 行った。

3 結果と考察

3.1 グラフトポリマー (PMAA-g-PDMS)の合成

シリコーンマクロモノマー、MMA、MAAの共重合によるグ ラフトポリマーの合成結果をTable 1に示す。n-ヘキサンにて 再沈精製したグラフト共重合体の組成分析を¹H NMRにより行 ったところ、シリコーンの導入率は仕込量の45~87%であっ た。導入率が低かった原因として、重合時に親水性のMAAが 存在するため、シリコーンマクロモノマーがポリマー鎖に導入 されにくいこと、また、グラフトポリマーであっても相対的に シリコーンが多い組成の部分がn-ヘキサンへの再沈精製の時に 溶解したためと思われる。

各グラフトポリマーの各溶媒に対する溶解性をTable 2に示 す。MAA量が増加するとアルコール系溶剤への溶解性が高く なり、ケトン系溶剤、酢酸エチル、クロロホルムへの溶解性が 低下する傾向が見られる。また、シリコーン量の増加によって もMAA量の増加と同様にアルコール系溶媒への溶解性の増加 が見られ、酢酸エチル、クロロホルムに対しては若干溶解性の 低下が見られる。これらの溶解性の傾向は、単にグラフトポリ マーの枝成分、幹成分それぞれの溶解性に当てはめても説明 できない。特に、シリコーンの増加による溶解性の傾向は、ア ルコール系溶媒に不溶で酢酸エチルおよびクロロホルムに可溶 なシリコーン単独の溶解性とは非常に異なった挙動を示して いる。通常は溶解性はシェルの性能(モノマー組成や中和度) によって決まることが多いのに対して、今回のグラフトポリマ ーの溶解挙動は特異である。この理由として、次のように推定 する。グラフトポリマーが各種溶媒中でミセル形成をする結 果、シリコーン部分がコアに凝集し、シリコーン部分の増加に より、親水性の部分との境界が明確になるため、親水性基が 溶媒和しやすくなる傾向が、シリコーン部分の増加と共に、よ り顕著になるためと思われる。

Table 2. Solubility of PMAA-g-PDMS a)

| C.1 | | - | | | | Polymer | | | | | | |
|------------|--------|--------|--------|---------------|--------|----------------|--------|--------|--------|-----|-----|----------------------|
| Solvents | GP1010 | GP1020 | GP1030 | GP2010 | GP2020 | GP2030 | GP3010 | GP3020 | GP3030 | P10 | P20 | P30 |
| Water | - | - | - | - | - | - | _ | - | - | - | _ | |
| Methanol | | - | + | - | + | + | - | + | + | - | # | - - `` |
| Ethanol | - | | + | - | + | + | | # | # | - | | # |
| IPA | - | - | # | - | + | # | | # | ++ | - | - | # |
| MC | + | + | ++ | # | # | # | # | ++ | ++ | # | # | # |
| Aceton | ++ | # | # | # | # | # | # | # | # | H | # | # |
| MEK | ++ | # | # | tt | # | - | # | # | - | # | # | # |
| MIBK | + | *** | | + | - | - | + | - | - | + | - | - |
| THF | ++ | # | # | # | # | ++ | # | # | # | ++ | # | # |
| DOx | # | # | +f | # | # | ++ | # | # | ++ | ++ | # | # |
| Ether | - | - | - | - | - | - | - | - | - | | | - |
| Benzene | - | - | | - | - | - | - | - | | - | | - |
| n-Hexane | · | - | - | - | - | - | - | | | | - | |
| DMF | + | + | + | # | + | + | # | + | + | # | # | # |
| DMSO | - | - | | - | | — [`] | - | - | - | - | - | - |
| EtAc | # | + | ~~ | ++ | - | | # | - | - | # | # | - |
| Chloroform | # | + | - | ŧ | ~ | - | # | | - | Ħ | + | - |

⁴⁾ 5 wt% solution at room temperature; (#), transparent solution; (+), turbid solution; (-), insoluble.
 ⁵⁾ IPA, isopropyl alcohol; MC, methyl cellosolve; MEK, methyl ethyl ketone; MIBK, methyl isobutyl ketone; THF, tetrahydrofuran; DOx, 1,4-dioxane; DMF, dimethylformamide; DMSO, dimethyl sulfoxide; EtAc, ethyl acetate.

3.2 グラフトポリマー中和品 (PMAANa-g-PDMS)の合成 合成したグラフトポリマー中の-COOH基を水酸化ナトリウ ム水溶液で-COONa基へ中和したグラフトポリマー中和品の合 成結果をTable 3に示す。水酸化ナトリウム水溶液をほぼグラ フトポリマーの酸価と当量加えると中和は室温中数分で完了 した。中和時にシリコーン量の変化がほとんどないことを、湿 式焼成法によるシリコーンの分析により、中和前後でシリコ ーン量の変化がほとんど無い事から確認した。

| Polymer | [Polymer] (mmol) | [AV*)] (mmol) | [NaOH] (mmol) | [NaOH/AV] | Silicone contents ^{b)} (wt%) |
|---------|---------------------|------------------|------------------|-----------|--|
| GP1010 | 0.282 | 10.5 | 10.8 | 1.03 | 6.5 (6.2) |
| GP1020 | 0.503 | 21.8 | 22.6 | 1.04 | - |
| GP1030 | 0.428 | 30.1 | 30.7 | 1.02 | 9.4 (9.1) |
| GP2010 | 0.418 | 12.4 | 12.8 | 1.03 | — |
| GP2020 | 0.507 | 25.1 | 26.0 | 1.04 | — |
| GP2030 | 0.378 | 37.0 | 38.6 | 1.04 | — |
| GP3010 | 0.485 | 13.1 | 13.7 | 1.04 | 17.3 (17.0) |
| GP3020 | 0.409 | 25.9 | 26.8 | 1.03 | <u> </u> |
| GP3030 | 0.337 | 37.9 | 38.3 | 1.01 | 12.8 (12.4) |
| P10 | 0.482 | 10.8 | 10.9 | 1.01 | _ |
| P20 | 0.374 | 21.9 | 22.0 | 1.00 | — |
| P30 | 0.301 | 32.0 | 32.3 | 1.01 | |

Table 3. Preparation of PMAANa-g-PDMS

*) Acid value.

^{b)} Silicone contents were measured by the burning method after neutralization. (): before neutralization.

Table 4. Solubility of PMAANa-g-PDMS^{a)}

| a a b | | | | | | Polymer | | | | | | |
|--------------|--------|--------|--------|--------|--------|---------|--------|--------|--------|-----|-----|-----|
| Solvents" | GP1010 | GP1020 | GP1030 | GP2010 | GP2020 | GP2030 | GP3010 | GP3020 | GP3030 | P10 | P20 | P30 |
| Water | | + | _ | + | + | - | + | + | ++ | - | Ħ | ++ |
| Methanol | + | + | + | # | + ' | + | # | + | # | # | # | # |
| Ethanol | - | - | - | - | - | · – | - | - | - | | - | - |
| IPA | - | - | - | - | _ | - | - | | - | - | - | - |
| MC | - | # | # | ++ | # | - | ++ | + | - | ŧ | ++ | ++ |
| Aceton | - | - | - | - | - | - | - | - | - | - | | - |
| MEK | - | - | - | | - | - | - ' | - | - | - | - | - |
| MIBK | - | - | - | | - | - | - | - | - | | - | |
| THF | - | - | - | - | | | - | | - | - | - | |
| DOx | - | - | - | - | - | - | - | - | - | | - | - |
| Ether | - | - | - | _ | - | - | - ' | - | - | | | - |
| Benzene | | - | - | - | · | | - | - | - | - | | - |
| n-Hexane | - | - | - | - | - | - | | | - | - | - | - |
| DMF | - | - | - | - | - | - | - | - | - | + | - | - |
| DMSO | - | - | - | - | - | - | - | - | | | - | - |
| EtAc | - | | - | | ~~~ | - | - | | | | - | _ |
| Chloroform | # | - | - | + - | - | - | ++ | - | - | ++ | - | _ |

PIPA, isopropyl alcohol; MC, methyl cellosolve; MEK, methyl ethyl ketone; MIBK, methyl isobutyl ketone; THF, tetrahydrofuran; DOx, 1,4-dioxane; DMF, dimethylformamide; DMSO, dimethyl sulfoxide; EtAc, ethyl acetate.

各グラフトポリマー中和品の各種溶媒に対する溶解性を Table 4に示す。中和前の溶解性 (Table 2) と比較すると、 水,メタノールへの溶解性が増加しているのに対して、アセト ン, THF, ジオキサンへの溶解性が低下していることがわか る。このことから、ナトリウム中和によりグラフトポリマーが 非常に親水性に変化していることがわかる。また、-COONa基 の量の変化による溶解性を比較すると、-COONa基の量が増加 するに従い、水への溶解性が増加していき、その他の溶解性 がますます低下していくことから、-COONa基量の増加により、 グラフトポリマー中和品の親水性がより強くなっていることが 示唆される。シリコーン量の増加による溶解性の変化につい ては、あまり顕著な傾向は見られなかったが、水,メタノール に対する溶解性がシリコーン量の増加とともに若干良くなる 傾向を示す。また、シリコーンを含まないP10~P30の水酸化 ナトリウム中和物の溶解性を、グラフトポリマー中和品の溶 解性と比較すると、水,メタノールに対する溶解性が、水酸化

ナトリウムで中和したP20, P30の場合は完全に溶解するのに 対して、GP1020, GP1030, GP2020, GP2030, GP3020は溶液 に少し濁りが見られ、GP3030では透明な溶液となる。この現 象は、水,メタノール中に溶解させた時のミセルの大きさに起 因するものと思われる。

3.3 臨界ミセル濃度

アゾベンゼンを用いた色素可溶化法により、臨界ミセル濃 度を測定した。含有MAA量がほぼ同じ(約30wt%)グラフト ポリマー中和品(PMAANa-g-PDMS)の水溶液濃度に対する アゾベンゼンの溶解量をプロットした結果をFig.1に示す。ま た、含有MAA量が約30wt%で、シリコーンを含有しないMMA とMAAの共重合体の水酸化ナトリウム中和物(PMMA-co-PMAANa)も併せてFig.1に示した。



Fig. 1. Concentration dependence of the solubility of azobenzene in aqueous PMAANa-g-PDMS solution (GP1030, \bigcirc ; GP2030, \square ; GP3030, \triangle) and aqueous PMMA-co-PMAANa solution (P30, \bigcirc).

その結果、PMMA-co-PMAANaの場合、3x10⁻²mmol/Lで緩や かな可溶化量の増加が見られるのに対して、PMAANa-g-PDMSでは4x10⁻³mmol/Lから急激な可溶化量の増加がみられ る。また、アゾベンゼンの可溶化量を比較すると、シリコーン を含有しないPMMA-co-PMAANaと比べて、PMAANa-g-PDMSは5倍以上のアゾベンゼンを可溶化している。しかし、 可溶化量の増加は、シリコーン量の多少に関わらず大きな変 化はなく、比較的少量(10wt%以上)のシリコーンがグラフト ポリマー中に存在すれば、急激な可溶化量の増加が起こるこ とを示している。

このことから、シリコーンが導入されることにより、ミセル 的挙動がより低濃度で示されるだけでなく、油溶性物質であ るアゾベンゼンを5倍以上を可溶化する機能をPMAANa-g-PDMSは有していることを示す。

これらの臨界ミセル濃度および可溶化量の違いは、 PMAANa-g-PDMSは水溶液中ではシリコーン,MMAの疎水性 成分が凝集してミセルを形成し、その疎水性成分中にシリコ ーンという非常に疎水性の成分を含有しているため、シリコー ンを含有していないミセル系と比較して、疎水性成分の疎水 度が大きくなり、ミセルがアゾベンゼンとの親和性を高めた結 果、可溶化量が大幅に増加したと思われる。

3.4 PMAANa-g-PDMSの溶液挙動

PMAANa-g-PDMSの溶液中での挙動を調べるために、重アセトン/重水混合溶液中の¹H NMRによるピーク変化を測定した。 結果をFig. 2およびFig. 3に示す。



Fig. 2. Integral ratios of carbomethoxy protons (A) to dimethylsiloxane protons (B) in the ¹H NMR spectra for PMAANa-g-PDMS (GP1030, \bigcirc ; GP3030, \bigcirc) and PMAA-g-PDMS (GP1030, \triangle ; GP3030, \blacktriangle) versus composition of the solvent.



Fig. 3. ¹H NMR spectra of PMAANa-g-PDMS (GP 3030) in D_2O and acetone- d_6 of various compositions.

Fig. 2のピーク面積比の変化から、シリコーン量の比較的少 ないGP1030では、重アセトン量が33vol%から50vol%になると PMMAのメトキシ基のピーク面積に対してシリコーンのジメ チルシリル基のプロトン面積が増加していく傾向を示す。これ らの結果は、中条らのポリ(DMS-g-MMA)のNMR測定結果⁴⁾ の、PMMA成分のメトキシ基のピーク面積とシリコーン成分 のジメチルシリル基のプロトン面積(中条らはアセトン/シク ロヘキサン系で実施)の変化と一致する。この傾向は、重アセ トン量の増加によりシリコーン成分の分子運動がPMMA成分 より相対的に活発になり、ミセルcore中から外側へ広がろうと するため、PMMA成分よりも相対的なピーク面積が大きくな ると思われる。また、シリコーン量の比較的多いGP3030では、 重アセトン量の増加によるピーク面積の変化は見られなかっ た。GP3030の場合、重アセトン量を33wt%以上加えると沈殿 が析出することから、重アセトンの添加によりミセルcore中の シリコーン成分は広がろうとするが、元々シリコーン量が多い ため、シリコーンが拡散する際シリコーン成分が広がりすぎて グラフトポリマー自身が溶液中に溶解できなくなり沈殿して しまうため、GP1030のようなピーク面積比の変化が起こらな かったと思われる。しかし、Fig. 3から、GP3030はメトキシ基 に対するシリコーンのピーク強度は重アセトンの添加によりピ ークがシャープになっており、ピーク面積比は変化しなくて も、重アセトンの相対量が増加することにより、シリコーンの 分子運動が活発になっていることが示唆される。

3.5 臨界表面張力

ブロック・グラフトポリマーでは、系の表面エネルギーを低 くするために、低表面エネルギー部分が塗膜表面に集積する ⁵)。シリコーン含有グラフトポリマーの場合、シリコーン部分 が表面に集積するが、その集積程度が疎水性グラフトポリマ ーと親水性グラフトポリマーにおいて、どちらが大きいか非常 に興味深い。グラフトポリマーの親水化により表面状態がど のように変化するかは、接触角により評価することができる。 各グラフトポリマーに対して溶解力のない既知の表面張力 の液体を使用し、接触角を測定し、各グラフトポリマーの臨 界表面張力(c)を求めた。結果をTable 5, 6, 7, 8に示す。

Table 5. The contact angles (cos) of PMAA-g-PDMS a)

| | | | | | Polymer | | | | |
|----------------------|--------|--------|--------|--------|---------|--------|--------|--------|-------------|
| Solvents | GP110 | GP130 | GP310 | GP330 | GP1010 | GP1030 | GP3010 | GP3030 | P 30 |
| Water | -0.052 | -0.017 | -0.113 | -0.035 | -0.309 | -0.208 | -0.197 | -0.225 | 0.417 |
| Formamide | 0.303 | 0.391 | 0.208 | 0.459 | 0.052 | | 0.023 | - | _ |
| Methylene iodide | 0.490 | 0.505 | 0.469 | 0.412 | 0.469 | 0.342 | 0.417 | 0.454 | 0.777 |
| Ethylene glycol | | _ | | _ | 0.191 | 0.417 | 0.151 | | 0.719 |
| Tetrabromoethane | - | | _ | | | _ | _ | 0.652 | |
| PEG#200 ^b | _ | | | _ | 0.438 | _ | | - | 0.835 |
| Dipropylene glycol | _ | · | _ | _ | 0.719 | _ | | _ | 0.974 |
| Decan | 0.961 | 0.970 | 0.982 | 0.979 | 0.982 | 0.982 | 0.988 | 0.951 | |
| Hexadecan | 0.842 | 0.866 | 0.866 | 0.829 | 0.911 | 0.916 | 0.894 | 0.866 | |

^{b)} Polyetylene glycol (molecular weight is 200).

Table 6. The contact angles (cos) of PMAANa-g-PDMS a)

| Solvente | | | | | Polymer | | | | |
|-----------------------|---------|---------|---------|---------|-------------|----------|----------|----------|-------|
| Solvents | GP110Na | GP130Na | GP310Na | GP330Na | GP1010Na | GP1030Na | GP3010Na | GP3030Na | P30Na |
| Water | _ | _ | - | | _ | _ | _ | — | _ |
| Formamide | — | _ | - | - | | - | - | - | — |
| MeI ^{b)} | — | _ | - | 0.309 | 0.464 | | 0.574 | | — |
| EG ^{c)} | _ | _ | _ | — | _ | | _ | _ | |
| TBE ^{d)} | — | - | - | 0.550 | <u> </u> | 0.669 | - | 0.877 | 0.918 |
| PEG#200 ^{b)} | 0.320 | 0.743 | 0.253 | 0.276 | 0.629 | 0.739 | 0.819 | 0.891 | 0.944 |
| DPG ⁰ | 0.564 | 0.826 | 0.602 | 0.515 | 0.799 | 0.886 | 0.875 | 0.937 | 0.993 |
| Decan | 0.940 | 0.940 | 0.940 | 0.951 | 0.969 | 0.979 | 0.973 | 0.977 | |
| Hexadecan | 0.839 | 0.866 | 0.826 | 0.819 | 0.934 | 0.914 | 0.972 | 0.956 | |

^{a)} Contact angle (cos Ø) toward each solvent on the air side surface.
 ^{b)} Methylene iodide. ^{c)} Ethylene glycol. ^{c)} Tetrabromoethane.
 ^{c)} Polyethylene glycol (molecular weight is 200). ^{f)} Dipropylene glycol.

Table 7. The critical surface tensions (c) of PMAA-g-PDMS

| Polymer | $\gamma_{\rm c}^{\ {\rm a})}$ | Coefficient of variation ^{b)} |
|---------|-------------------------------|---|
| GP110 | 22.0 | 0.99 |
| GP130 | 22.9 | 0.98 |
| GP310 | 23.2 | 0.99 |
| GP330 | 22.7 | 0.95 |
| GP1010 | 24.4 | 0.95 |
| GP1030 | 23.8 | 1.00 |
| GP3010 | 23.6 | 0.94 |
| GP3030 | 25.8 | 0.94 |
| P30 | 32.2 | 0.97 |

b) In the first approximation.

Table 8. The critical surface tensions (c) of PMAANa-g-PDMS

| Polymer | $\gamma_c^{a)}$ | Coefficient of variation ^{b)} |
|--|--|---|
| GP110Na | 22.1 | 0.99 |
| GP130Na | 16.2 | 0.96 |
| GP310Na | 22.5 | 1.00 |
| GP330Na | 22.2 | 0.98 |
| GP1010Na | 23.3 | 1.00 |
| GP1030Na | 22.7 | 0.98 |
| GP3010Na | 23.6 | 0.94 |
| GP3030Na | 18.1 | 1.00 |
| P30Na | 32.8 | 1.00 |
| ⁹⁾ The critical supplication to $\cos \theta$ ⁹⁾ In the first app | rface tension is = 1. proximation. | estimated by extra- |

臨界表面張力(c)は、各液体の表面張力と接触角(cos)をプロットし、直線近似し、cos =1となる表面張力値を 外挿して求めた。Table 7,8から、いずれのグラフトポリマー も相関係数0.94以上という高い相関で近似された。また、いず れのグラフトポリマーも、シリコーンの導入によって cが減 少していることがわかる。親水化前後 (Table 7,8) において 比較すると cは親水化によってほぼ同じまたは少し減少する 傾向が認められる。これは、親水化によってシリコーン部分と のミクロ相分離がより進行するためと思われる。

3.6 動摩擦係数

著者らは、ポリ(MMA-g-ジメチルシロキサン)を合成し、同 量のシリコーン組成を有するグラフトポリマーにおいても、シリ コーンの枝分子量の増加により動摩擦係数が減少することを別 の論文⁶⁾にて報告した。今回は、グラフトポリマーの親水化に よる動摩擦係数の変化について検討した。結果をFig.4に示す。



Fig 4. Dynamic coefficient of friction of coating films of graft copolymers for PMAA-g-PDMS (molecular weight of silicone is 1000, ; molecular weight of silicone is 10000,() and PMAANa-g-PDMS (molecular weight of silicone is 1000, ; molecular weight of silicone is 10000,).

分子量約1000のシリコーンの枝を有するグラフトポリマー の場合、親水化による動摩擦係数に大きな変化は見られなか った。これに対して、分子量10000のシリコーンの枝を有する グラフトポリマーの場合、親水化により、動摩擦係数の減少 が見られる。この現象は、臨界表面張力の結果から推定され たように、親水化によってシリコーン部分がより表面に配向し ていることを示している。

4 結 論

シリコーン系マクロモノマーを用いて、親水性のシリコーン 含有グラフトポリマーを合成し、各種物性を測定したところ、 次のような知見を得た。

(1)シリコーンマクロモノマー, MMA, MAAのグラフト共重 合体 (PMAA-q-PDMS)を、シリコーン量およびMAA量を変 化させて合成したところ、シリコーン量の増加によってアルコ ール溶媒への溶解性の向上が見られるなど、単にグラフトポリ マーの幹部分と枝部分の溶解性を別々にして予想した結果と は異なり、PMAA-g-PDMS特有の溶解性を示している。

(2) PMAA-g-PDMSをナトリウム化したPMAANa-g-PDMSは、 水およびメタノールへの溶解性が向上しているのに対して、ア セトン, THFおよびジオキサンなどへの溶解性が低下してお り、PMAA-g-PDMSと比べて非常に親水性に変化している。

(3) PMAANa-g-PDMSの臨界ミセル濃度を色素可溶化法によ リ測定したところ、4x10⁻³mmol/Lであった。この値は、シリコ ーンを含有しないPMMA-co-PMAANaの3x10⁻²mmol/Lと比較し て1/7~1/8の低濃度であり、シリコーンの導入による臨界ミセ ル濃度の大幅な低下が見られた。また、ポリマー濃度 3x10⁻²m mol/L以上では、PMAANa-g-PDMSのアゾベンゼン可溶化量は PMMA-co-PMAANaの5倍以上にもなり、シリコーンの導入に よって、急激な可溶化量の増加が起こる。

(4) PMAANa-g-PDMSの溶液中での挙動を¹H NMRで測定した ところ、重水/重アセトン系で重アセトン量が多くなると PMMAに対してシリコーンのピーク面積比が増加していく傾 向がみられ、アセトン量の増加により、相対的にシリコーンセ グメントがcore中から外へ広がろうとする変化を示した。しか し、シリコーン含量が多い場合は、ピーク強度は変化してもピ ーク面積比は変わらず、溶解性によるシリコーン拡散の抑制 を示唆した。

(5)臨界表面張力(c)は、測定した全ての液体に対して高 い直線近似が得られ、シリコーンを含有することにより cは 32dyn/cmから24dyn/cm以下に減少する。また、親水化によっ て若干 cが減少する傾向が認められ、親水化によって表面 のシリコーン化がより進行していることを示唆した。

(6)動摩擦係数は、分子量10000のシリコーンの枝を有するグ ラフトポリマーの場合、親水化によって動摩擦係数の減少が 見られ、親水化によって表面のシリコーン化がより進行してい ることを示唆した。

参考文献

- R. Milcovich, Chiang, U. S. P. 3, 786, 116(1974);
 P.F.Rempp, E. Franta, Adv. Polym. Sci., 58, 1 (1985).
- 2) K. Ito, Y. Masuda, T. Shintani, T. Kitano, Y. Yamashita, *Polym. J.*, 15, 443(1983).
- Y. Chujo, T. Shishino, T. Tsukahara, Y. Yamashita, *Polym. J.*, 17, 133(1985).
- 4) Y. Chujo, H. Samukawa, Y. Yamashita, J. Polym. Sci., A, Polym. Chem., Ed., 27, 1907 (1989).
- 5) N. M. Patel, D. W. Dwight, J. L. Hedrick, W. C. Webster, J. E. McGrath, *Macromolecules*, 21, 2689(1972).
- 6) 前田佳治,結城康夫,高分子論文集,48,541(1991).