음이온중합과 Grafting-onto법에 의한 Poly(MMA-b-PEGMA)의 합성

이주형 류상욱 🧐

충북대학교 공과대학 공업화학과 (2019년 8월 6일 접수, 2019년 8월 29일 수정, 2019년 8월 30일 채택)

Synthesis of Poly(MMA-*b*-PEGMA) by Anionic Polymerization and Grafting-onto Methodology

Ju-Hyung Lee and Sang-Woog Ryu[†]

Department of Engineering Chemistry, College of Engineering, Chungbuk National University, Cheongju, Chungbuk 28644, Korea (Received August 6, 2019; Revised August 29, 2019; Accepted August 30, 2019)

초록: 본 연구에서는 고진공 음이온중합을 통해 분자량 및 조성이 조절된 poly(methyl methacrylate-*b-tert*-butyl methacrylate)를 합성하고 가수분해 및 grafting-onto 반응을 통해 가지형 고분자인 poly[methyl methacrylate-*b*-poly(ethylene glycol) methacrylate], poly(MMA-*b*-PEGMA)를 제조하였다. Grafting-onto 반응 결과 많은 입체적 장 애가 발생하였으며, methacrylic acid(MA)의 함량이 많을수록 커플링 효율이 감소하였다. 그 결과, 가지형 고분자에 는 반응에 참여한 PEGMA와 미반응 MA가 동시에 존재하게 되었다. 이들의 상대적인 양이 고분자물성에 영향을 주었으며 특히 MA가 적게 존재할수록 상대적으로 낮은 *T*g를 나타내었다. 또한 전기화학 측정결과, 양호한 이온전 도도는 낮은 유리전이온도를 가지는 고분자 전해질에서 발현되었다.

Abstract: In this study, poly(methyl methacrylate-*b-tert*-butyl methacrylate) with controlled molecular weight and composition was synthesized by high vacuum anion polymerization and branched polymers, poly[methyl methacrylate-*b*-poly(ethylene glycol) methacrylate], poly(MMA-*b*-PEGMA) were synthesized by hydrolysis and grafting-onto reaction. Grafting-onto reactions had many steric hindrances and coupling efficiency decreased as the content of methacrylic acid (MA) increased. As a result, the branched polymer and T_g was found to decrease as the amount of MA decreased. Also, the formation of a complex by the introduction of lithium salt resulted in a decrease in flexibility and an increase in the T_g . From the electrochemical investigation, good ionic conductivity was exhibited in polymer electrolyte having low T_g .

Keywords: anionic polymerization, hydrolysis, grafting-onto, branched polymer, ionic conductivity.

서 론

음이온중합은 성장음이온의 안정성을 바탕으로 분자량, 분 자량분포의 조절이 용이하며 단량체의 순차적 도입을 통한 블록공중합체의 합성에도 응용 가능하다.^{1,2} 또한 조절된 종결 반응을 이용한 기능성기의 도입 및 가지형 고분자의 합성 등, 물리적 화학적 측면에서 고분자관련 연구자의 큰 관심을 받아오고 있다.³ 하지만, 구조가 제어된 고분자를 얻기 위해서 는 고순도의 단량체 및 반응물이 요구되며 초고순도의 아르 고 분위기 반응기 또는 고진공의 유리장치를 필요로 한다.⁴ 이를 위해 일반적으로 단량체는 몇 차례의 진공증류 과정을 통하여 정제되며 경우에 따라 복잡한 유리장치가 제작되어야 한다.⁵ 따라서 진공증류가 어려운 단량체는 음이온 개시제에 적합한 비닐기를 가지고 있더라도 고진공 음이온 중합에 실 제 적용하기는 어렵다. 음이온중합의 이러한 한계는 고분자 중합단계와 합성고분자의 반응단계로 분리하여 진행함으로써 일부 개선이 가능하다. 즉, 진공증류가 가능한 기능성 단량체 의 고진공 음이온중합을 먼저 실시하고 차후 유기합성 반응 을 통해 새로운 분자구조를 도입하는 전략이 선택될 수 있으 며 grafting-onto 법이 대표적이다.⁶ 이온 중합에서 활용된 grafting-onto법에는 halomethyl styrene 및 chloroethyl vinyl ether와 리빙음이온 고분자와의 반응 등이 있으며, 리빙 라디

[†]To whom correspondence should be addressed. swryu@chungbuk.ac.kr, ORCiD[©]0000-0002-4728-2725 ©2019 The Polymer Society of Korea. All rights reserved.

칼 중합(controlled/living radical polymerization, CRP)에는 알킨(alkyne, -C≡C) 그룹과 아지도(azido, R-N₃) 그룹간의 클 릭 반응 등이 제시되어 있다.⁷⁹ 일반적으로 CRP를 활용하는 경우, 음이온중합 대비 큰 분자량의 고분자 합성에 일부 제 약이 있으나 우수한 단량체 적용성은 관련분야 많은 연구를 가능하게 하고 있다. * 하지만, 어떠한 방법을 사용하더라도 반 응물의 분자량이 증가함에 따라 감소하는 커플링 효율은 여 전히 해결해야 할 과제로 남아있다. 한편, grafting-onto 법으 로 합성하는 고분자 중 poly(ethylene oxide)(PEO)를 가지로 함유하는 고분자는 특히 차세대 에너지 저장장치의 고체전해 질로서 많은 관심을 받고 있다.¹⁰⁻¹³ 이는 PEO를 가지에 도입 함으로써 낮은 유리전이온도를 유지하고 리튬염의 용해특성 을 그대로 활용할 수 있기 때문이다. 하지만, PEO를 함유하 는 가장 일반적인 단량체인 poly(ethylene glycol) methacrylate (PEGMA)는 ethylene oxide(EO)기가 9개인 경우 끓는점이 150°C/1 mmHg 이상으로서 너무 높아 진공증류가 어렵고 결 과적으로 직접적인 고진공의 음이온 중합에 도입되기 불가능 하였다.14 이러한 측면에서 음이온 중합과 함께 grafting-onto 법을 활용한다면 고진공의 음이온 중합을 통해 분자구조를 조절하고 grafting-onto법을 통해 PEO를 도입할 수 있는 장 점을 모두 적용할 수 있을 것이다.

본 연구에서는 methyl methacrylate(MMA)와 PEGMA의 블록공중합체를 음이온중합과 고분자의 반응을 통해 합성하 였다. 구체적으로 음이온중합을 활용, MMA와 *tert*-butyl methacrylate(*t*BMA)의 블록공중합체를 먼저 합성하고, 가수 분해를 통하여 *t*BMA를 methacrylic acid(MA)로 전환하였다. 또한 MA와 에폭시기를 함유한 PEO(E-PEO)기 간의 graftingonto법을 유도하여 poly(MMA-*b*-PEGMA)를 합성하였다. 다 음으로 합성된 고분자는 리튬염 도입을 통하여 전해질로 제 조되었으며 조성에 따른 이온전도도 변화를 유리전이온도의 측면에서 고찰하였다.

실 험

재료. 단량체로 사용된 MMA(99%, Aldrich Co.)와 /BMA (98%, Aldrich Co.)는 CaH₂ 및 trioctyl aluminum(Aldrich Co.) 존재하에서 두 번 증류하여 정제하였다. 용매로 사용된 tetrahydrofuran(THF)은 Na-naphthalene 용액으로부터 증류하 여 정제하였으며 개시제인 potassium-diphenylmethane(DPM-K)은 정제된 THF에서 diphenylmethane과 potassium의 반응 을 통하여 제조하였다. 반응촉매로 사용된 (CH₃)₃SiCl(99%, Aldrich Co.), NaI(99%, Aldrich Co.), benzyltriethylammonium chloride(BTAC, 98%, Aldrich Co.), NaOH(97%, Aldrich Co.) 및 에폭시기를 함유한 PEO 제조에 사용된 PEGME(750 g/mol, ID Biochem Inc.), epichlorohydrin(ECH, 99.5%, Samchoen Chem. Co.)은 정제없이 사용하였다. 전해질 제조를 위한 리 튬염으로는 LiClO₄(99.99%, Aldrich Co.)를 사용하였다. 기타 언급이 되지 않은 용매 및 시약은 정제없이 사용하였다.

에폭시기를 함유한 E-PEO 합성. 말단에 에폭시기를 가지 는 PEO는 NaOH 촉매 존재 하에 ECH와 PEGME의 반응으 로 합성되었다. 구체적으로 NaOH 4 g과 ECH 20 g이 혼합된 2구 플라스크를 40 °C로 유지하면서 PEGME 53 g을 천천히 도입하였다. 한 시간의 교반 후 반응물을 *n*-헥산에 침전시켜 과량의 ECH를 제거하고 클로로포름에 용해시켜 산화알루미 늄 칼럼으로 염을 제거하였다. 그 후 65 °C 오븐에서 감압 건 조 후 E-PEO를 얻었다.

고진공 음이온중합. MMA와 *f*BMA의 음이온중합은 -78 ℃ 의 THF 용매에서 DPM-K를 개시제로 사용하여 진행되었으 며 break-seal 기술을 적용한 고진공의 유리장치를 활용하였 다. 대표적인 중합과정은 다음과 같다. 먼저 세정이 끝난 고 진공의 유리장치에 THF에 용해된 MMA 단량체를 break-seal 기술로 도입하고 -78 ℃로 냉각한 뒤 DPM-K를 빠르게 투입 하여 중합을 시작하였다. 음이온 단독중합은 하루 동안 진행 되었으며 그 뒤 *f*BMA를 도입, 6시간의 추가적인 반응 후 메 탄올에 의해 종결되었다. 합성된 poly(MMA-*b*-*f*BMA)는 메 탄올에 2번 침전과정을 통하여 정제되었으며 65 ℃ 오븐에서 24시간 감압 건조하였다.

합성고분자의 가수분해. 합성된 poly(MMA-*b*-*t*BMA)의 가 수분해 반응은 Nal/(CH₃)₃SiCl에 의해 진행되었다. 구체적으 로 고분자 5 g, Nal 0.74 g을 클로로포름 70 mL와 아세토니 트릴 80 mL의 혼합용매에 용해시키고, (CH₃)₃SiCl 0.65 g을 서서히 투입하여 2시간 30분 동안 상온에서 교반시켰다. 반 응 후 용매를 증발시키고 THF에 녹여 Na₂S₂O₃가 소량 녹아 있는 증류수에 침전, 여과후 35 ℃ 오븐에서 24시간 건조하 여 흰색 파우더 형태의 poly(MMA-*b*-MA)를 얻었다.

Poly(MMA-*b*-PEGMA)의 합성과 전해질 제조. 합성된 poly(MMA-*b*-MA)와 E-PEO의 반응은 BTAC 촉매하에 진행 되었으며 대표적인 방법은 다음과 같다. 먼저 poly(MMA-*b*-MA) 2 g과 E-PEO 8 g을 DMSO 35 mL에 완전히 용해시켰 다. 다음으로 소량의 BTAC 촉매를 넣고 130℃에서 2일 동 안 반응을 진행하였다. 그 뒤, DMSO를 증발시키고 소량의 THF에 녹여, 아세톤과 *n*-헥산의 혼합용매(5/5, v/v)에 두 번 침전시켰다. 여과된 고분자는 35 ℃ 오븐에서 24시간 건조되 었으며 고점도 액상 형태로 얻어졌다. 전기화학적 평가를 위 해 합성된 poly(MMA-*b*-PEGMA)에 LiClO₄를 도입하여 전 해질로 제조하였으며 55 ℃ 진공오븐에서 건조하여 용매인 아세트니트릴을 제거하였다.

기기분석 및 전기화학 측정. 고분자의 분자량 측정은 폴리 스티렌을 표준시료로 사용한 젤투과크로마토그래피(GPC, JASCO HPLC 2000 series)를 이용하였으며 적외선 분광광도 계(FTIR, 480 plus, Jasco Co.)를 이용하여 각 고분자의 특성 피크를 확인하였다. 고분자의 조성은 CDCl₃ 및 DMSO-d₆를 용매로 사용한 핵자기공명 분광계('H NMR, Bruker DPX, 500 MHz)를 통해 계산하였다. 고분자전해질의 열적 특성은 시차주사 열량계(DSC, TA Q20, 승온속도 10 °C/min)를 통하 여 측정하였다. 제조된 고분자전해질의 이온전도도는 전기화 학 측정장치(Potentiostat, Solartron, 1470E multichannel cell-test system)를 이용한 AC-impedance법으로 측정하였으며, 온 도범위는 25~100 °C, 측정 주파수 영역은 1 Hz~1 MHz이다. 또한 전기화학적 안정성평가는 선형전위주사법(LSV, Solartron) 을 통하여 측정되었으며, 리튬박막을 대전극과 기준전극으로, 스테인레스 강을 작용전극으로 사용하고, 25 °C에서 1 mV/s 의 속도로 2~5 V까지 전류밀도의 변화를 측정하였다.

결과 및 토론

에폭시기를 함유한 E-PEO는 grafting-onto법에 참여하는 반 응성 고분자로서 Scheme 1의 방법으로 합성되었다. 반응후 과량으로 사용된 ECH는 *n*-헥산의 침전 및 진공증류 과정을 통해서 제거되었으며 합성 전과 후 물질에 대한 FTIR 피크 를 Figure 1에 나타내었다.

합성된 E-PEO에 에폭시기에서 발현되는 760 및 908 cm⁻¹ 의 피크와 PEGME에 기인하는 1110 및 2870 cm⁻¹의 특성피 크가 동시에 발현되는 것으로 보아 반응이 양호하게 진행되 었음을 알 수 있다. 다음으로 음이온중합과 가수분해 및 grafting-onto법에 의한 가지형 고분자의 합성은 Scheme 2에 나타내었다. 먼저 첫 번째 단계인 음이온중합에서는 poly



Scheme 1. Synthesis of epoxy functionalized poly(ethylene oxide), E-PEO.



Figure 1. FTIR spectra of ECH, PEGME and E-PEO.

(MMA-b-tBMA)의 블록공중합체를 합성하기 위해 MMA의 단독중합 후 tBMA를 순차적으로 투입하였으며 고진공의 유 리장치 및 -78 ℃의 반응온도를 활용하여 부반응을 최대한 억 제하였다. 또한 본 실험에서는 MMA의 중합시간을 24시간 으로 설정, 단량체가 모두 소모되게 하여 구조적으로 블록공 중합체가 합성되도록 유도하였다.

이렇게 합성된 블록공중합체를 Table 1에 요약하였다. 블 록공중합체는 MMA와 *f*BMA의 비율을 달리하여 세가지 형 태로 합성되었으며 ¹H NMR 측정결과 계산값과 측정값이 거 의 유사함을 알 수 있는데 음이온중합의 특징이 잘 나타났다 고 할 수 있다. 결과적으로 MMA와 *f*BMA의 몰비율이 64:36, 49:51, 36:64를 가지는 공중합체가 합성되었으며 분자량은 57000~65000 g/mol 수준이다.

한편, 합성 블록공중합체의 GPC 측정결과를 Figure 2에 나 타내었는데 세 고분자 모두 좁은 분자량분포(1.09~1.15)를 보 여주고 있으며 리빙 음이온중합이 부반응 없이 양호하게 진 행됨을 알 수 있다. 다음으로 Nal/(CH₃)₃SiCl를 활용하여 합 성된 poly(MMA-*b*-*t*BMA)의 가수분해를 실시하였다. 가수분 해는 *t*BMA의 *tert*-butyl 그룹이 강산에 의해 제거되고 OH기 로 전환되는 반응으로, 반응 전과 후 ¹H NMR 측정 결과를 Figure 3에 나타내었다. 가수분해 전, poly(MMA-*b*-*t*BMA)의 *tert*-butyl 그룹이 1.4 ppm에서 확인되지만 가수분해 후 사라 지는 것을 볼 수 있다. 이는 강산에 의해 *tert*-butyl 그룹이 제



Scheme 2. Synthetic procedure for poly(MMA-*b*-PEGMA) by anionic polymerization and grafting-onto methodology.

Table 1. Composition of Block Copolymers

| | | MMA | h | | | |
|-----|--------|-------------------------|--------|---------------------------|------------------|------------------|
| Run | mole | (%) ^a | wt (| (%) ^a | M_n^v (kg/mol) | MWD ^b |
| | calcd. | obsd. | calcd. | obsd. | (-8) | |
| BC1 | 66:34 | 64:36 | 58:42 | 56:44 | 65 | 1.15 |
| BC2 | 51: 49 | 49:51 | 42:58 | 40:60 | 63 | 1.12 |
| BC3 | 39:61 | 36:64 | 30:70 | 27: 73 | 57 | 1.09 |

^aCalculated by ¹H NMR. ^bCalculated by GPC relative to PS standards.



Figure 2. GPC profiles of poly(MMA-b-tBMA)s in THF at 40 °C.



Figure 3. ¹H NMR spectra of poly(MMA-*b*-*t*BMA) in CDCl₃ (up) and poly(MMA-*b*-MA) in DMSO-d₆ (down).

거된다는 기존의 연구논문과 일치하는 결과이다.¹⁴ 참고로 가 수분해 후 합성된 poly(MMA-*b*-MA)의 경우, CDCl₃에 녹지 않기 때문에 DMSO-d₆를 용매로 사용하여 분석하였다. 합성 된 poly(MMA-*b*-MA)와 E-PEO의 커플링반응은 카복시산과 에폭시와의 반응으로 BTAC 촉매에 의해 진행되었으며, GPC 에 의한 가지형 고분자 분자량 분석결과를 Table 2에 요약하 였다.

고분자 내 MA그룹의 몰비율은 앞에서도 언급되었지만 36~64%이다. 또한 MA그룹은 자체적인 블록을 형성하고 있 기 때문에 상대적으로 큰 분자량의 E-PEO가 반응에 참여할 경우 입체적 장애가 발생될 수 있다. 이러한 예상처럼, grafting-onto에 의한 커플링 반응의 효율은 28~50%로서 비 교적 낮게 관찰되었다. 특히 MA 그룹이 64%로 높은 BC3의 경우, 가장 낮은 효율이 관찰되어 입체적 장애가 많이 발생 하고 있음을 추측하게 한다. 물론 가지형 고분자의 경우 수 력학적 반지름이 작기 때문에 GPC에 의한 분자량과 실제 분 자량에는 차이가 발생할 수 있다.¹⁵ 따라서 light scattering 등 을 통해 절대분자량을 측정할 경우 Table 2에 제시한 커플링 효율보다는 실제 더 높은 결과가 나올 것으로 예측된다. 그 럼에도 불구하고 블록공중합체에 대한 grafting-onto법은 고 분자간의 입체적 장애에 의해 정량적으로 진행되기 어려우며 이를 극복할 수 있는 새로운 전략이 필요할 것이다. 이러한 측면에서 블록공중합체 대신 입체적 장애가 적게 발생할 수 있는 랜덤공중합체를 응용하는 방법도 대안이 될 수 있을 것 이다.

한편, grafting-onto 전후의 GPC 측정결과를 Figure 4에 나 타내었는데 반응 후, 분자량분포가 조금은 넓게 관찰되었지 만 큰 분자량 방향으로 이동하였음을 확인할 수 있다. 따라 서 음이온중합에 어려움이 있었던 PEGMA를 grafting-onto법 의 활용으로 어느 정도 해결할 수 있음을 알 수 있다. 다음 으로 합성된 poly(MMA-b-PEGMA)의 열적특성을 평가하기 위하여 DSC를 측정하였으며 결과를 Figure 5에 나타내었다. 그 결과, 도입된 PEGMA와 남아있는 MA에 의해서 발현되 는 명확한 T 가 BC1-16, BC2-16, BC3-16의 경우 각각 -30, -22, -21 °C에서 관찰된다. 일반적으로 부드러운 PEGMA가 많이 도입될수록 T_가 낮아지는 경향이 있다. 하지만, 본 연 구에서는 반응에 참여하지 못하고 남아있는 MA를 고려해야 한다. 사실 가지형 고분자에서 가장 많은 PEGMA가 도입된 것은 BC3-16이다. 비록 커플링 효율이 32%이지만 주사슬로 사용한 poly(MMA-b-MA)에서 MA의 함량이 64 mol%로 가장 높기 때문에 이중 20 mol%의 PEGMA가 도입되고 44 mol% 는 반응하지 못한 MA 상태로 남아있게 된다. 비슷한 방법으 로 계산하면 BC1-16의 경우 18 mol%의 PEGMA가 도입되 며 18 mol%의 MA가 남게 된다. 따라서 가지형 고분자의 T,

| Table 2. | Coupling | Efficiency (| of | Grafting-onto | Coupling | Reaction | for | Poly(MMA-b |)-PEGMA) | 1 |
|----------|----------|--------------|----|---------------|----------|----------|-----|------------|----------|---|
|----------|----------|--------------|----|---------------|----------|----------|-----|------------|----------|---|

| | | Coupling | | | | |
|--------|-----------------------------|------------------------|-----------------|--------------|--------------------|----------------|
| Run | $M_{\rm n}$ calcd. (kg/mol) | M_n^a obsd. (kg/mol) | PEGMA (mol%) | MA (mol%) | \mathbf{MWD}^{a} | efficiency (%) |
| BC1-16 | 182 | 91 | 18 | 18 | 1.27 | 50 |
| BC2-16 | 229 | 65 | 14 | 37 | 1.27 | 28 |
| BC3-16 | 246 | 77 | 20 | 44 | 1.24 | 32 |

"Calculated by GPC relative to PS standards.



Figure 4. GPC curves for poly(MMA-*b*-PEGMA) (BC1-16) and BC1 in THF at 40 °C.



Figure 5. DSC curves of poly(MMA-b-PEGMA)s.

에 영향을 주는 인자는 PEGMA의 도입량보다 반응에 참여 하지 못하고 남아있는 MA의 양이라고 할 수 있다. 결과적으 로 남아있는 MA의 양이 적은 순서로 낮은 Tg를 보여주는 것 으로 사료된다.

서론에서 언급하였지만 PEO를 함유하는 고분자는 리튬이 온을 용해시킬 수 있기 때문에 전해질로 사용할 수 있다. 이 때, 분자유동성을 기반으로 하는 높은 이온전도도와 전기화 학적 안정성이 일반적으로 요구된다.¹⁶ 이를 확인하기 위하여 poly(MMA-*b*-PEGMA)에 LiClO₄를 도입하였으며 리튬염의 농도는 [EO]:[Li]의 비율이 12:1을 유지하도록 고정하였다. 고 분자전해질의 이온전도도는 25~100 °C에서 측정되었으며 결 과를 Figure 6에 나타내었다. 먼저 100 °C(2.68/K)에서 측정 한 결과 BC3-16-Li, BC2-16-Li, BC1-16-Li의 순서로 이온전 도도가 증가함을 알 수 있다. 또한 측정온도가 감소될수록 고 분자의 유동성이 감소하여 이온전도도가 내려가는 경향성을 볼 수 있다. 특이하게 상온인 25 °C(3.36/K)에서는 BC1-16-Li



Figure 6. Temperature dependent ionic conductivities of poly (MMA-*b*-PEGMA) with LiClO₄.



Figure 7. DSC curves for polymer electrolytes prepared from poly (MMA-*b*-PEGMA) and LiClO₄.

만이 이주 낮은 이온전도도인 1.2×10⁻⁷S/cm를 보여주고 있고 나머지 두 시료는 측정이 되지 않았다. 앞에서 언급하였지만 PEGMA는 BC3-16-Li시료에 가장 많이 존재하기 때문에 상 온에서의 이온전도도를 어느정도 예상했지만 결과적으로 측 정조차 되지 않는 결과를 보여준 것이다. 이를 해석하기 위 하여 제조된 고분자전해질의 열적특성을 평가하여 Figure 7 에 나타내었다.

리튬염이 첨가되기 전, 가지형 고분자의 *T*_s는 BC1-16, BC2-16, BC3-16에서 각각 -30, -22, -21 ℃였지만 고분자전해질로 전환되면서 30, 38, 43 ℃ 등 약 60 ℃ 이상 확연하게 증가한 것을 볼 수 있다. 특히 BC3-16-Li는 상온에서 가장 딱딱한 물성을 가지는 것으로 보여지며 분자유동성을 확보하기 위해 서는 70 ℃ 이상의 온도가 필요함을 추측할 수 있다. 이것이 BC3-16-Li의 경우, 70 ℃ 이하에서 이온전도도 측정이 불가 했던 이유로 사료된다. 리튬염 첨가 뒤 발생한 이러한 *T*_e의



Scheme 3. Illustration of complex structures formed after inclusion of Li salt into PEGMA chain.



Figure 8. LSV curves for poly(MMA-*b*-PEGMA) with LiClO₄ with scan rate of 1 mV/s at 25 $^{\circ}$ C.

급격한 증가는 고분자전해질에서 발생할 수 있는 복합체 형 성에 의한 것으로 Scheme 3에 간단하게 나타내었다.

일반적으로 복합체가 형성되면 리튬염과 EO 사이에 결합 력이 발생하고 PEO의 유동성을 낮추는 효과를 가진다. 따라 서 고분자전해질은 리튬염 첨가 전보다 더 높은 Tg를 가지게 될 수 있다. 한편, 86 ℃에서 나타나는 두 번째 Tg는 블록으 로 존재하는 PMMA에 의해 나타나는 것으로 볼 수 있으며 일반적으로 제시된 105 ℃에 비해 낮은 이유는 작은 분자량 때문으로 판단된다. 이런 측면에서 30~43 ℃의 첫 번째 Tg는 도입된 PEGMA와 남아있는 MA에 기인한다고 할 수 있다. 결과적으로 본 연구의 블록공중합체는 30 ℃ 이상의 온도에 서 유동성을 가지기 때문에 낮은 상온 이온전도도가 나타났 음을 짐작할 수 있다. 따라서 PMMA 대신 낮은 Tg를 가지는 블록을 도입할 경우 향상된 이온전도도가 예상된다.

고분자전해질의 전기화학적 안정성은 일반적인 액체전해액 보다 우수한 것으로 보고되고 있다.¹⁷ 이는 비극성의 탄화수 소로 구성된 고분자가 극성의 액체전해액보다 산화 및 환원 에 비교적 안정하기 때문이다. 본 연구에 사용된 가지형 고 분자전해질의 전기화학적 안정성은 LSV로 측정하였으며 그 결과를 Figure 8에 나타내었다. 세 가지 샘플 중, BC1-16-Li, BC2-16-Li는 2~5 V까지의 전압변화에 전류가 발생하지 않아 굉장히 안정적인 전압특성을 보여주고 있다. 이와 상대적으 로 BC3-16-Li의 경우 4 V 이상에서 전류밀도가 관찰되지만 전체적인 양이 크지 않고 5 V에서 최대 0.003 mA/cm²의 값 이 관찰된다. 이는 전기화학적 안정성의 기준인 0.05 mA/cm² 와 비교했을 때, 여전히 낮은 측정값이다. 따라서 제조된 가 지형 고분자전해질의 전기화학적 안정성은 예상대로 아주 우 수함을 알 수 있다.

결 론

본 연구에서는 MMA와 tBMA의 순차적인 고진공 음이온 중합을 통해 분자량, 분자량분포 및 조성이 조절된 poly (MMA-b-tBMA)를 성공적으로 합성하였으며 가수분해반응을 통하여 poly(MMA-b-MA)로의 정량적인 전환을 실시하였다. 또한 에폭시기를 함유한 E-PEO와 MA의 grafting-onto법을 활용 최종적으로 poly(MMA-b-PEGMA)를 합성하였다. 실제 poly(MMA-b-MA)와 E-PEO의 grafting-onto 반응에는 상당 량의 입체적 장애가 발생하였으며 고분자의 조성에 영향을 받지만 최대 50%의 커플링 효율이 관찰되었다. 따라서 합성 된 poly(MMA-b-PEGMA)에는 반응이 진행된 PEGMA와 미 반응 MA가 공존하는 구조를 갖는 것으로 판단된다. 한편, 미 반응 MA가 적게 존재할수록 가지형 고분자의 T 가 감소하 는 결과를 나타내어 상대적으로 높은 이온전도도가 발현되게 하였다. 결론적으로 본 연구를 통하여 음이온중합과 graftingonto법의 조합이 블록형 가지 고분자를 합성하는데 활용될 수 있음을 제시하였다.

참 고 문 헌

- N. Hadjichristidis, S. Pispas, and G. Floudas, *Block Copolymers:* Synthetic Strategies, *Physical Properties, and Applications*, Wiley Interscience, New Jersey, p 3 (2003).
- T. Ishizone and R. Goseki, "Living Anionic Addition Polymerization", in *Encyclopedia of Polymeric Nanomaterials*, S. Kobayashi, and K. Müllen, Editors, Springer, Berlin, p 9 (2014).
- A. Hirao, R. Goseki, and T. Ishizone, *Macromolecules*, 47, 1883 (2014).
- N. Hadjichristidis and A. Hirao, Editors, *Anionic Polymerization:* Principles, Practice, Strength, Consequences and Applications, Springer, New York, p 541 (2015).
- N. Hadjichristidis, H. Iatrou, S. Pispas, and M. Pitsikalis, J. Polym. Sci., Part A: Polym. Chem., 38, 3211 (2000).
- H. Zhang, Y. Li, C. Zhang, Z. Li, X. Li, and Y. Wang, Macromolecules, 42, 5073 (2009).
- 7. S. W. Ryu and A. Hirao, Macromolecules, 33, 4765 (2000).
- M. Schappacher and A. Deffieux, *Macromol. Chem. Phys.*, **198**, 3953 (1997).
- H. Gao and K. Matyjaszewski, J. Am. Chem. Soc., 129, 6633 (2007).
- M. Higa, K. Yaguchi, and R. Kitani, *Electrochim. Acta*, **55**, 1380 (2010).
- 11. K. Pozyczka, M. Marzantowicz, J. R. Dygas, and F. Krok, *Electrochim. Acta*, 227, 127 (2017).

- S. Gomari, M. Esfandeh, and I. Ghasem, *Solid State Ionics*, 303, 37 (2017).
- L. Porcarelli, M. A. Aboudzadeh, L. Rubatat, J. R. Nair, A. S. Shaplov, C. Gerbaldi, and D. Mecerreyes, *J. Power Sources*, 364, 191 (2017).
- S.-W. Ryu, P. E. Trapa, S. C. Olugebefola, J. A. Gonzalez-Leon, D. R. Sadoway, and A. M. Mayes, *J. Electrochem. Soc.*, 152, A158 (2005).
- S.-W. Ryu and A. Hirao, *Macromol. Chem. Phys.*, 202, 1727 (2001).
- Y. Zhang, Y. Chen, Y. Liu, B. Qin, Z. Yang, Y. Sun, D. Zeng, A. Varzi, S. Passerini, Z. Liu, and H. Cheng, *J. Power Sources*, 397, 79 (2018).
- 17. R. Rohan, Y. Sun, W. Cai, Y. Zhang, K. Pareek, G. Xu, and H. Chen, *Solid State Ionics*, **268**, 294 (2014).