

Дослідження впливу умов синтезу та структури дізоціанату на хімічну модифікацію похідних целюлози

В.О. Віленський, Г.Є. Глієва, Г.Я. Менжерес

Інститут хімії високомолекулярних сполук НАН України
48, Харківське шосе, Київ, 02160, Україна

Досліджено вплив температури синтезу та будови дізоціанату на структуру, теплофізичні та термомеханічні властивості уретановмісних етилцелюлози та ацетобутирату целюлози. Методом ІЧ-спектроскопії досліджено реакції поліприєднання між дізоціанатами та похідними целюлози. Показано, що результати досліджень структури узгоджуються з даними теплофізичних і термомеханічних властивостей отриманих полімерів.

Хімічна модифікація похідних целюлози активно розвивається в напрямі створення на їх основі біосу-місних нанокомпозитів, які не тільки зберігають ресурси, а й дають змогу широко варіювати властивості та функціональність нових інженерних біосистем [1, 2]. Ці матеріали — дешеві, екологічно привабливі продукти життєвого циклу, їх виробництво є актуальним і прогнозованим. Наші дослідження з хімічної модифікації похідних целюлози реакційноздатними уретановмісними сполуками [3–8] показали, що отримані полімери набувають нових фізико-хімічних і теплофізичних властивостей, а їх нова хімічна структура уможливлює подальшу модифікацію цих сполук магнітними та електричними полями [9, 10]. Такі властивості нових нанокомпозитів зумовлені тим, що в міжмолекулярному просторі полісахариду відбуваються реакції поліприєднання між NCO-групами дізоціанатів чи макродізоціанатів і гідроксильними групами естерів целюлози, та формуються фрагменти олігоуретанів, просторові розміри яких у витягнутому стані знаходяться у межах від 1 до 100 нм, і дія названих полів за температури 100–150 °C зумовлює зміни в структурі полісахаридів і нанокомпозитів.

Метою цього дослідження є вивчення впливу будови дізоціанату та температури синтезу на структуру, теплофізичні та термомеханічні властивості уретановмісних етилцелюлози (ЕЦ) та ацетобутирату целюлози (АБЦ).

Експериментальна частина

Похідні целюлози переосаджували з ацетонового розчину в дистильовану воду, яку видаляли вакуумним сушінням за температури 80 °C та залишкового тиску 1,33 кПа до досягнення постійної ваги полімерів. Молекулярні маси ЕЦ (81 кмоль/кг) та АБЦ (74 кмоль/кг) визначали з даних характеристичної в'язкості розчинів полімерів у ДМФА за температури 25 °C за рівнянням Куна-Марка-Хувінка $[\eta_{25}] = K_\eta M^\alpha$ [11]. ДМФА переганяли за температури

55–65 °C і залишкового тиску 0,5 кПа. Дізоціанати переганяли за залишкового тиску 0,5 кПа, температури 127 °C (1,6-гексаметилендізоціанат (ГМДІ)) і 137 °C (2,4-; 2,6-толуїлендізоціанат (ТДІ)).

Синтез уретановмісних похідних целюлози (УПЦ), згідно з роботою [3], проводили за температур 60, 80 і 90 °C. До реакційної суміші, що містила розчин 0,01 моля естера целюлози в 20 мл ДМФА, додавали 0,05 моля дізоціанату. Реакція відбувалася за наявності каталізатора — дібутилділаурату олова в кількості 0,003 % об'єму реагентів. Суміш витримували постійно перемішуючи на водяній бані протягом 3 год. Витрати NCO-груп контролювали титруванням реакційної суміші розчином HCl через 10–30 хв. Продукт реакції виливали на основу і сушили за температури 60 °C і тиску 1,33 кПа протягом 24 год. УПЦ мали вигляд крихких плівок білого кольору. Для дослідження кінетики реакції та вивчення структури УПЦ і вихідних естерів целюлози використовували метод ІЧ-спектроскопії. Реакційну суміш через певні проміжки часу наносили на платівки з КВТ і реєстрували ІЧ-спектри. Конверсію NCO-груп у ГМДІ аналізували за зменшенням відносної інтенсивності смуги валентних коливань цих груп при ν 2270 cm^{-1} . Як внутрішній стандарт використовували смугу валентних асиметричних коливань — CH_2 -груп при ν 2932 cm^{-1} .

Спектри реєстрували на Фур'є-спектрометрі Tenzor-37 (Bruker Німеччина) та ідентифікували згідно з роботами [12, 13]. Кристалічну структуру зразків досліджували методом дифракції рентгенівських променів в області великих кутів на дифрактометрі ДРОН 4-07 у випромінюванні CuK_α , монокристалізованому Ni-фільтром. Дифрактограми нормували на товщину зразка та коефіцієнт послаблення (μ/ρ) рентгенівського випромінювання.

Температурну залежність питомої теплоємності C_p (кДж/(кг·град)) досліджували методом диференційної

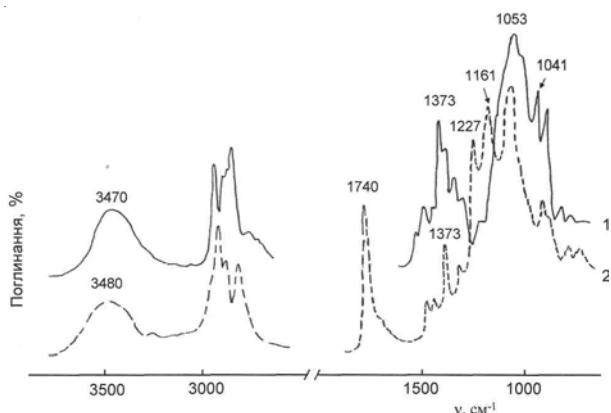


Рис. 1. Вихідні ІЧ-спектри етилцелюлози (1) та ацетобутирату целюлози (2)

скануючої калориметрії (ДСК) [14] в інтервалі температур 20–250 °C зі швидкістю нагрівання зразків 2 град/хв, маса зразка становила 0,05–0,10 г. Похибка вимірювання C_p не перевищувала 2 %.

Термомеханічні властивості УПЦ і вихідних естерів целюлози досліджували на універсальній термомеханічній установці, описаній у роботі [15], у режимі аксіального стискання за питомого навантаження $\sigma_{\text{пит}} = 2,56 \text{ МПа}$ в інтервалі температур 20–200 °C; зразки у вигляді таблеток діаметром 0,008 і товщиною 0,005 м нагрівали зі швидкістю 2,5 град/хв; похибка вимірювання деформації $\varepsilon(\%)$ не перевищувала 5 %.

Результати дослідження та їх обговорення

На рис. 1 наведені ІЧ-спектри похідних ЕЦ і АБЦ. В ЕЦ виділені такі характеристичні смуги: деформаційних коливань 1280, 1308, 1373 і 1443 см⁻¹, валентних симетричних та асиметричних коливань при ν 2970, 2866 см⁻¹ в угрупуванні (O—CH₂—CH₃). Найбільш інтенсивна смуга валентних коливань C—O—C-груп при ν 1053 см⁻¹, на її крилі зліва можна ідентифікувати ще один максимум при ν 1113 см⁻¹. Слід відмітити наявність в ІЧ-спектрі ЕЦ смуги при ν 3470 см⁻¹. За своїм положенням вона відповідає валентним коливанням OH-груп, зв'язаних водневими зв'язками. ІЧ-спектр АБЦ складніший за спектр ЕЦ, оскільки до складу молекули АБЦ входить карбокси-група (—C=O)—R. Це приводить до появи в його ІЧ-спектрі інтенсивної смуги ν (C=O) при 1740 см⁻¹. Так як і для ЕЦ, в ІЧ-спектрі АБЦ наявні смуги валентних (2966, 2870 см⁻¹) і деформаційних коливань (1227, 1366 і 1458 см⁻¹) —CH₂, а також —CH₃ – в угрупованні (CH₂)₂CH₃. Смуга валентних коливань зв'язаних водневими зв'язками OH-груп в ІЧ-спектрі АБЦ знаходиться при 3480 см⁻¹. За свою інтенсивністю вона менша, ніж відповідна смуга в спектрі ЕЦ. На відміну від ЕЦ, АБЦ – похідна целюлози високого ступеня заміщення, а в її елементарній ланці міститься тільки одна первинна гідроксильна група.

З метою встановлення реакційної здатності

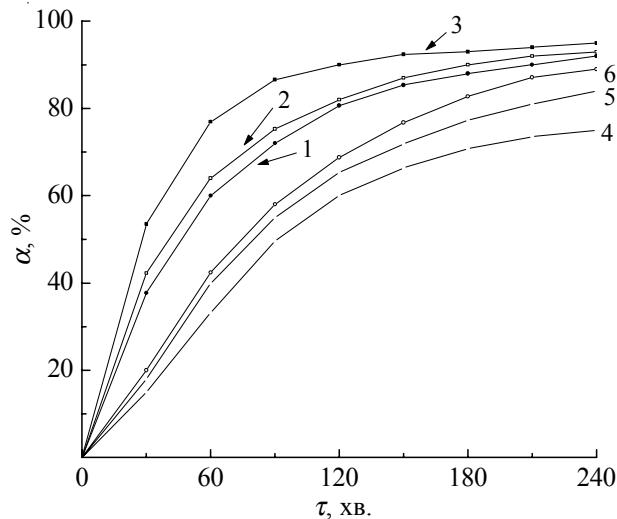


Рис. 2. Залежність ступеня перетворення ($\alpha, \%$) NCO-груп ГМДІ в системах ЕЦ+ГМДІ (1–3) та АБЦ+ГМДІ (4–6) за різних температур перебігу реакції: 60 – 1, 4; 80 – 2, 5 і 90 °C – 3, 6

гідроксильних груп ЕЦ та АБЦ за допомогою ІЧ-спектроскопії було досліджено перебіг реакції в системах ЕЦ + ГМДІ та АБЦ + ГМДІ за різних температур (60, 80 і 90 °C). На рис. 2 наведена залежність ступеня перетворення ($\alpha, \%$) від часу перебігу реакції, для систем ЕЦ+ ГМДІ – (криві 1–3) та АБЦ + ГМДІ – (криві 4–6) за різних температур. Як видно з рисунка, найбільш реакційноздатними виявились гідроксильні групи ЕЦ, у якій конверсія ізоцианатних груп у дослідженому діапазоні температур набуває значень 82–88 % системи, в той час як для системи АБЦ + ГМДІ 63–82 %.

Для підтвердження утворення поліуретанових фрагментів були проаналізовані ІЧ-спектри зразків у процесі перебігу реакції (рис. 3). Відомо, що уретанова група характеризується такими характеристичними смугами поглинання: смуга Амід I (ν (C=O) при 1700–1720 см⁻¹),

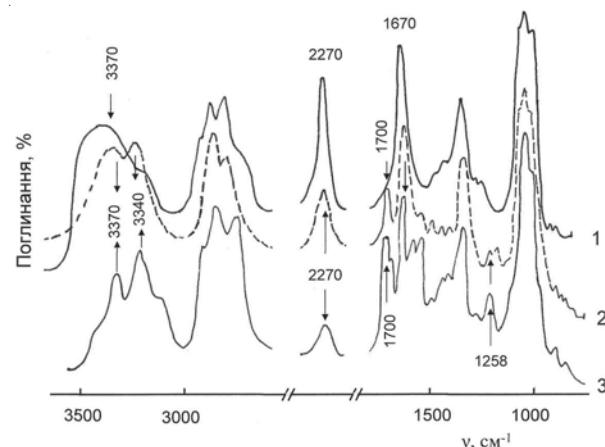


Рис. 3. ІЧ-спектри композиції ЕЦ+ГМДІ: 1 – вихідна система; 2 – через 30 хв перебігу реакції; 3 – після 3 год перебігу реакції

Таблиця 1. Ступінь перетворення (α , %), відносна оптична густина смуги Амід I (1700 cm^{-1}) для системи ЕЦ + ГМДІ та Амід II (1540 cm^{-1}) для системи АБЦ + ГМДІ за різних температур синтезу

| Час син- тезу, хв | ЕЦ | | | | | | АБЦ | | | | | |
|----------------------|-----------------|--------------|-------|--------------|-------|--------------|-------|--------------|-------|--------------|-------|--------------|
| | Temperatura, °C | | | | | | | | | | | |
| | 60 | | 80 | | 90 | | 60 | | 80 | | 90 | |
| | D^H | α , % | D^H | α , % | D^H | α , % | D^H | α , % | D^H | α , % | D^H | α , % |
| 30 | 0,085 | 38 | 0,095 | 40 | 0,100 | 55 | 0,050 | 15 | 0,600 | 18 | 0,065 | 20 |
| 60 | 0,090 | 60 | 0,098 | 62 | 0,120 | 72 | 0,080 | 30 | 0,100 | 39 | 0,110 | 40 |
| 120 | 0,130 | 78 | 0,120 | 80 | 0,200 | 89 | 0,090 | 58 | 0,160 | 64 | 0,180 | 68 |
| 180 | 0,295 | 80 | 0,300 | 81 | 0,300 | 90 | 0,110 | 68 | 0,200 | 72 | 0,250 | 80 |
| 240 | 0,395 | 85 | 0,400 | 87 | 0,468 | 95 | 0,200 | 70 | 0,330 | 80 | 0,350 | 85 |

Амід II (δNH) ($1520\text{--}1540 \text{ cm}^{-1}$), а також інтенсивною смugoю валентних коливань зв'язаних водневими зв'язками NH-груп при $\nu 3330 \text{ cm}^{-1}$ [12, 13]. На рис. 3 показано значне зменшення інтенсивності смуги поглинань $-NCO$ -груп у ГМДІ при 2270 cm^{-1} та утворення при цьому смуг уретанового фрагмента (1700 cm^{-1} Амід I, 1540 cm^{-1} Амід II). Слід також відмітити наявність у зразках залишків ДМФА, що призводить до появи в ІЧ-спектрах відповідних смуг (наприклад

1670 cm^{-1}). При подальшому відкачуванні зразків у вакуумі ці смуги не виявляються. Концентрацію уретанових груп оцінювали за збільшенням відносної інтенсивності смуг Амід I ($\nu, \text{C=O}$) і Амід II (δNH) уретанового фрагмента, що утворюється внаслідок взаємодії NCO-груп ізоціанатів з OH-групами похідних целюлози. В табл. I наведені значення ступеня перетворення (α , %) ізоціанатних груп, а також нормовані значення оптичних густин смуг Амід I для

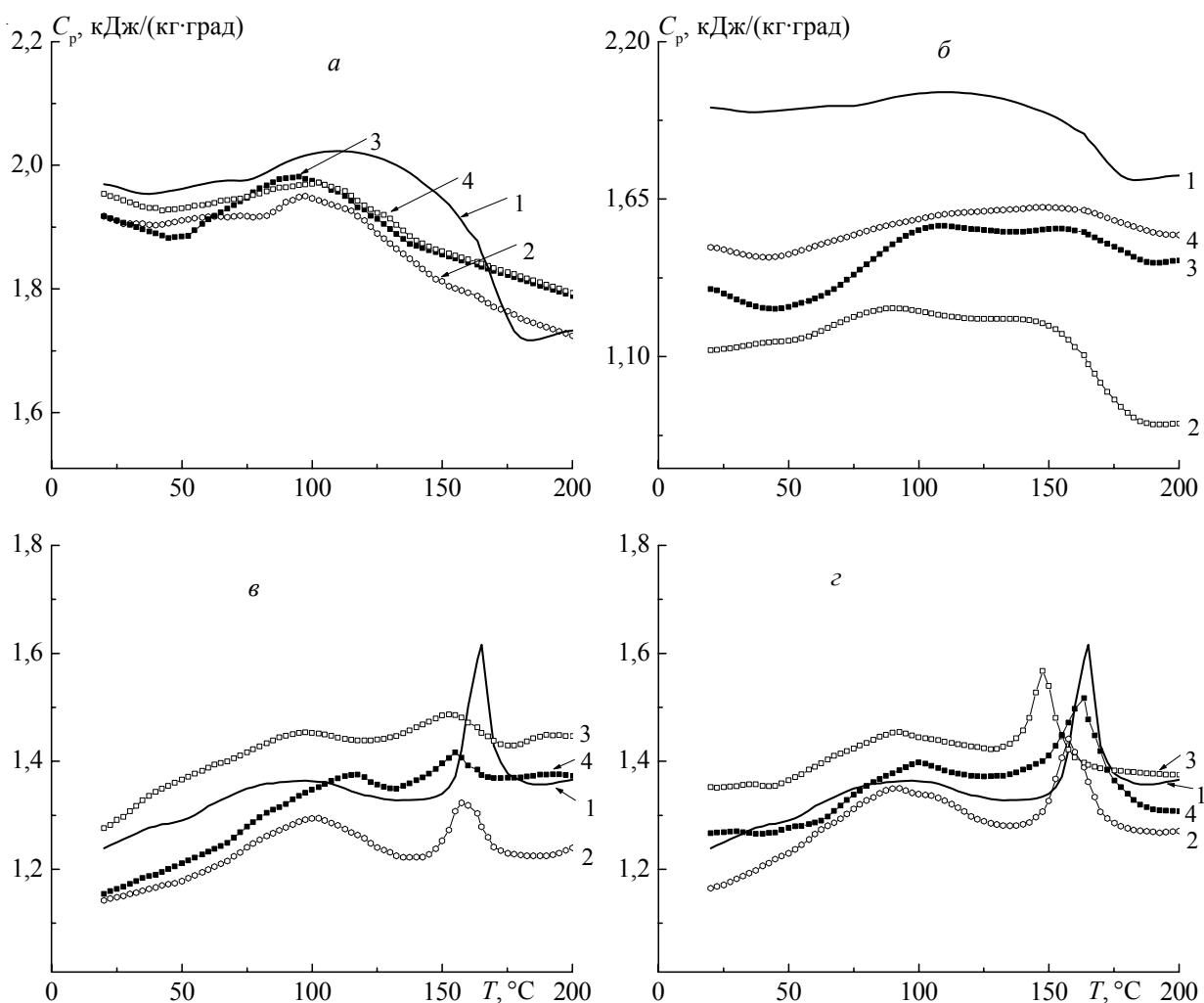


Рис. 4. Температурна залежність питомої теплоємності зразків ЕЦ, модифікованої ТДІ (а) і ГМДІ (б); АБЦ, модифікованої ТДІ (в) і ГМДІ (г): 1 – вихідна целюлоза; 2 – синтез за температури 60°C ; 3 – 80 і 4 – 90°C

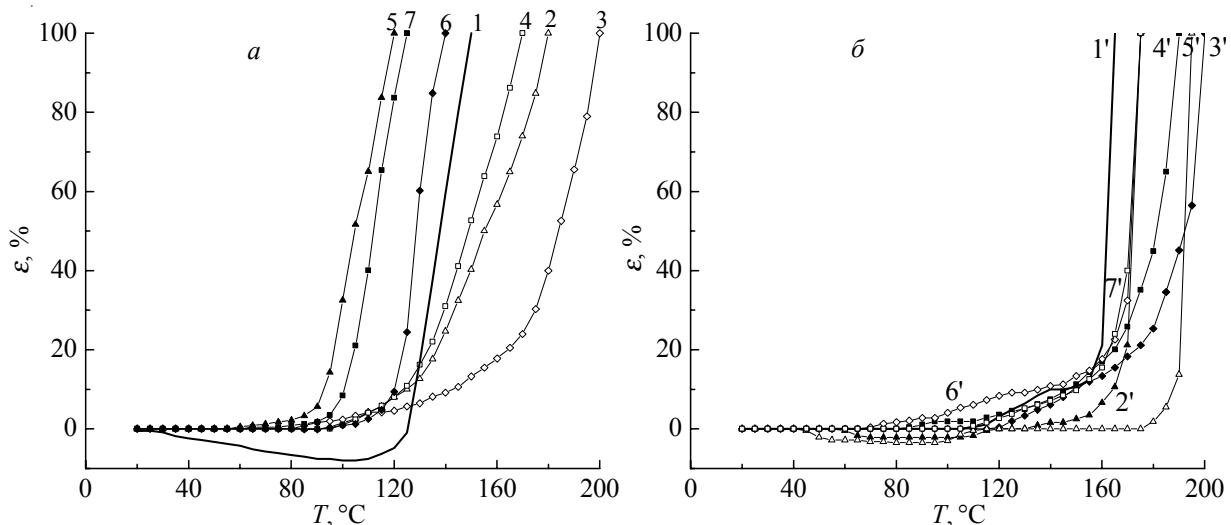


Рис. 5. Термомеханічні криві зразків на основі ЕЦ (а) та АБЦ (б), модифікованих ТДІ за $T = 60$ °C – 2, 2'; 80 – 3, 3' і 90 – 4, 4', а також модифікованих ГМДІ за $T = 60$ °C – 5, 5'; 80 – 6, 6' і 90 – 7, 7'. Вихідні ЕЦ – I і АБЦ – 2

системи ЕЦ-ГМДІ (табл. 1), та оптичних густин (D^H) смуги Амід II для системи АБЦ + ГМДІ. Як видно з табл. 1, зі зростанням величини α (%) величина D^H збільшується. Отже, кількість утворених поліуретанових фрагментів зростає. Вплив температури реакції на ступінь перетворення NCO-груп більш чітко простежується для системи АБЦ+ГМДІ.

При дослідженні ІЧ-спектрів композицій на основі похідних целюлози та ТДІ були виявлені ті ж кінетичні особливості перебігу реакції, що і при дослідженні систем на основі ГМДІ. Слід відзначити наявність у системах на основі похідних целюлози та ТДІ ароматичної складової, що призводить до появи в ІЧ-спектрах зразків смуг, пов'язаних із коливанням у бензольному циклі (діапазон спектра 1590–1600 cm^{-1}).

Термограми (рис. 4а, б) зразків ЕЦ, модифікованої дізоціанатами, показують, що синтезовані УПЦ є аморфними сполуками. Відмінність їх полягає в тому, що ароматичні фрагменти (залишки ТДІ) підвищують жорсткість макроланцюгів полісахариду, як видно з тенденції до зменшення інтенсивності температурних переходів у зразках, синтезованих за температури 60 і 90 °C (рис. 4а, криві 2, 4). Загалом питома теплоємність УПЦ, синтезованих за різних температур, подібна в межах похибки експерименту. Гнучкість ланцюжка ГМДІ та його здатність до кристалізації в складі ПУ [17] зумовлює обернену залежність щільності пакування макроланцюгів модифікованої ЕЦ від температури синтезу, як видно з рис. 4б. Величина C_p зростає в ряду зразків, синтезованих за температури 60, 80 і 90 °C, тож можна зробити висновок, що температура 60 °C сприяє кристалізації метиленового фрагмента уретанового ланцюжка в складі ЕЦ. І навпаки, за температури 90 °C структура сполуки на основі ЕЦ найбільш розпущенена в ряду отриманих продуктів. Водночас видно, що уретанові

фрагменти не сприяють формуванню кристалізаційних процесів макроланцюгів ЕЦ.

При хімічній модифікації АБЦ (рис. 4в, г) уретановий фрагмент не змінює його частково кристалічного складу; температура синтезу впливає на величину C_p зразків і визначає температуру фазового переходу кристал – рідина АБЦ. Також слід зазначити, що відсутня пряма кореляція між температурою синтезу та зростанням щільності пакування макроланцюгів АБЦ для обох обраних дізоціанатів, незважаючи на їхні істотні структурні та термодинамічні відмінності.

Бажано дослідити як впливають умови синтезу та структура уретанового фрагмента на термомеханічні характеристики УПЦ, які визначають їх поведінку за умов одночасної дії температури та навантаження стискування. Криві термомеханічного аналізу продуктів на основі ЕЦ (рис. 5а) та на основі АБЦ (рис. 5б) дають змогу зробити певні висновки щодо важливості хімічної модифікації похідних целюлози. З рис. 5а видно, що міжмолекулярне зшивання ЕЦ ароматичним ТДІ зменшує температурне розширення зразків і прогнозовано підвищує температуру в'язкої течії УПЦ; навпаки, міжмолекулярні ланцюжки ГМДІ пластифікують перехід до в'язкої течії. Загалом хімічна модифікація ЕЦ дізоціанатами дає змогу розширити область в'язкої течії УПЦ на 100 °C порівняно з вихідним зразком ЕЦ. Рис. 5б показує, що модифікація АБЦ целюлози дізоціанатами не тільки змінює температуру переходу до в'язкої течії, а й надає продукту синтезу властивостей, характерних для карболанцюгових високомолекулярних сполук, перехід яких у стадію в'язкої течії супроводжується появою плато високоеластичності. Зміною температури синтезу полімерів і будови дізоціанату, як видно з рисунка, впливають не лише на температурну область

Таблиця 2. Теплофізичні характеристики переходів на термограмах зразків

| Зразок | $T_{\text{пoc}}$, °C | $T_{\text{макс.}}$, °C | τ , с | ΔH^* , кДж/кг | $\Delta H/\tau$, кДж/(кг·с) | ΔL , нм | $T_{\text{тек}}$, °C |
|----------------------------------|-----------------------|-------------------------|------------|-----------------------|------------------------------|-----------------|-----------------------|
| АБЦ | 145 | 165 | 555,6 | 12,4 | 0,022 | 3,8 | 159 |
| $\Delta H_{\text{пп}}^+$ ТДІ | 60 °C | 140,0 | 157,5 | 486,1 | 8,9 | 0,018 | 3,2 |
| | 80 °C | 117,0 | 152,5 | 986,1 | 8,1 | 0,008 | 3,3 |
| | 90 °C | 132,5 | 155,0 | 625,0 | 5,5 | 0,009 | 3,7 |
| $\Delta H_{\text{пп}}^+$ ГМДІ | 60 °C | 135,0 | 157,5 | 625,0 | 15,0 | 0,024 | 3,3 |
| | 80 °C | 125,0 | 147,5 | 625,0 | 11,5 | 0,018 | 3,7 |
| | 90 °C | 120,0 | 163,5 | 1208,0 | 22,1 | 0,018 | 4,2 |

* – тепловий ефект ΔH наведено з розрахунку на 100 % АБЦ.

плато високоеластичності, а й на його довжину і кристалічну складову УПЦ. Про останнє свідчить те, що зразок, синтезований за участі ТДІ за температури 90 °C, поводиться як кристалічний полімер, подібний до поліолефінів.

У табл. 2 наведено деякі характеристики структури (ΔL – поздовжні розміри кристалітів), теплофізичних і термомеханічних властивостей УПЦ. З табл. 2 видно, що фазовий переход «кристал–рідина» в АБЦ знаходиться в діапазоні температур 145–165 °C, а зміною температури синтезу та будови дізоціанату можна контролювати діяти як на температурну область фазового переходу, так і на його тривалість (τ , с). Аналіз теплофізичних характеристик, а саме початок фазового переходу ($T_{\text{пoc}}$); його максимум ($T_{\text{макс.}}$); тепловий ефект фазового переходу «кристал–рідина» ($\Delta H_{\text{пп}}$) зразків УПЦ, наведених у табл. 2, дає змогу зробити висновки, які узгоджуються зі зробленими вище, що структура уретанових фрагментів визначає щільність пакування макроланцюгів матричного полімеру. Величина $\Delta H_{\text{пп}}/\tau$, яка характеризує швидкість поглинання тепла за час перебігу фазового переходу, залежить від якості кристалічної фази і її відокремленості від аморфної складової. Велика різниця цієї величини в УПЦ і в вихідній АБЦ свідчить про існування сильних міжмолекулярних взаємодій між уретановими фрагментами та полярними групами похідної целюлози.

Література

1. Bullions T.A., Hoffman D., Gillespie R.A., Price-O'Brien J., Loos A.C. // Composites Sci. and Technology. – 2006. – **66**, № 1. – Р. 102–114.
2. Bruce D.M., Hobson R.N., Farrent J.W., Hepworth D.G. // Composites. Part A: Applied Sci. and Manufacturing. – 2005. – **36**, № 11. – Р. 1486–1493.
3. Віленський В.О., Керча Ю.Ю., Глієва Г.Є. // Доп. НАН України. – 2000. – № 11. – С. 189–192.
4. Виленский В.А., Гончаренко Л.А., Глиевая Г.Е. // Пласт. массы. – 2001. – № 8. – С. 30–35.
5. Віленський В.О., Керча Ю.Ю., Гончаренко Л.А., Глієва Г.Є. // Доп. НАН України. – 2001. – № 8. – С. 123–126.
6. Віленський В.О., Керча Ю.Ю., Глієва Г.Є., Гончаренко Л.А. // Композиц. полімер. матеріали. – 2003. – **25**, № 2. – С. 134–137.
7. Віленський В.О., Керча Ю.Ю., Глієва Г.Є. // Укр. хім. журн. – 2004. – **70**, № 2. – С. 119–124.
8. Виленский В.А., Глиевая Г.Е., Овсянкина В.А. // Вопросы химии и хим. технологии. – 2004. – № 3. – С. 126–130.
9. Пат. 75551. Україна. МКВ⁷ C08B 15/00. / В.О. Віленський, Ю.Ю. Керча, Г.Є. Глієва, В.О. Овсянкина. – 17.04.06. – Бюл. № 4.
10. Глієва Г.Є., Віленський В.О., Гончаренко Л.А. // Полімер. журн. – 2007. – **29**, № 3. – С. 195–201.
11. Нестеров А.Е. Справочник физико-химии полимеров. – Київ: Наук. думка, 1984.
12. Белами Л. Инфракрасная спектроскопия сложных молекул. – М.:Мир. 1964. – 462 с.

Ці висновки узгоджуються зі змінами величини ΔL кристалітів (таблиця), з якої видно, що не температура синтезу визначає поздовжні розміри кристалітів, як можна було очікувати, а насиченість компонентів УПЦ міжмолекулярними взаємодіями.

Отже, досліджено вплив будови дізоціанату та температури синтезу на структуру, теплофізичні та термомеханічні властивості уретановмісних етилцелюлози та ацетобутирату целюлози.

Важливо, що при дослідженнях температурах синтезу відбуваються реакції поліпреднання між дізоціанатами та похідними целюлози, про що свідчить конверсія NCO-груп в уретанові.

Теплофізичні дослідження показали велику різницю величини швидкості поглинання тепла за час перебігу фазового переходу, що зумовлено якістю кристалічної фази та її відокремленістю від міжмолекулярних взаємодій між уретановими фрагментами та полярними групами похідної целюлози.

Термомеханічні дослідження уретановмісних похідних целюлози показали, що їх хімічна модифікація дізоціанатами не лише змінює температуру переходу до в'язкої течії, а й надає цим полімерам властивостей, характерних для карболанцюгових високомолекулярних сполук, у яких перехід у стадію в'язкої течії супроводжується появою плато високоеластичності.

13. Семенович Г.Н., Храмова Т.С. ИК- и ЯМР-спектроскопия полимеров. Справочник по физической химии полимеров. – Киев: Наук.думка, 1982. – Т3. – 275 с.
14. Годовский Ю.К. Теплофизика полимеров. – М.: Химия, 1982. – 280 с.
15. Методы исследования полимеров. / Под редакцией А.Н. Праведникова.-М.: Изд. иностр. л-ры, 1961. – 334 с.
16. Роговин З.А. Химия целлюлозы. – М.: Химия, 1972. – 520 с.
17. Ватулев В.Н., Лаптий С.В., Керча Ю.Ю. Инфракрасные спектры и структура полиуретанов. – Киев: Наук. Думка, 1987. – 188с.

Надійшла до редакції 19 грудня 2007 р.

Исследования влияния условий синтеза и структуры диизоцианата на химическую модификацию производных целлюлозы

В.О. Виленский, Г.Е. Глиевая, Г.Я. Менжерес

Институт химии высокомолекулярных соединений НАН Украины
48, Харьковское шоссе, Киев, 02160, Украина

Исследовано влияние строения диизоцианата и температуры синтеза на структуру, теплофизические и термомеханические свойства уретансодержащих этилцеллюлозы (ЭЦ) и ацетобутират целлюлозы (АБЦ). Методом ИК-спектроскопии исследовано реакции полиприсоединения между диизоцианатами и производными целлюлозы. Установлена связь структурных данных теплофизических характеристик и термомеханических свойств полученных полимеров.

Studies of influence synthesis conditions and structure of diisocyanate upon chemical modification of cellulose derivatives

V. Vilensky, G. Glieva, G. Menzheres

Institute of Macromolecular Chemistry NAS of Ukraine
48, Kharkivske shausse, Kyiv, 02160, Ukraine

Influence of diisocyanate building and temperature of syntheses upon structure, thermophysical and thermomechanical properties of derivatives cellulose containing of urethane fragments have been studied. By FTIR methods have been studied the reactions of polyaddition between diisocyanates and derivatives of cellulose, between structure data, thermophysical characteristics and thermomechanical properties was established correlation.