

Нитрополистиролы восстанавливали по ранее описанной методике [6]. ИК-спектры полимеров и модельных соединений снимали на спектрофотометре UR-10 по стандартной методике. Вязкость растворов измеряли в вискозиметре Уббелоде с висящим уровнем [7]. В качестве растворителя для полистирола применяли бензол, для нитрополистиролов — диметилформамид. Модельные соединения синтезировали по методике, описанной в [9].

Выводы

1. Изучены условия полученияmono- и динитрополистиролов; последующим их восстановлением получены аминополистиролы и изучены их свойства.

2. Сравнительным исследованием ИК-спектров синтезированных полимеров и модельных соединений и химическими методами установлено положение нитро- и аминогрупп в фенильных ядрах.

Институт химических наук
АН КазССР

Поступила в редакцию
4 III 1968

ЛИТЕРАТУРА

1. Е. Е. Ергожин, Ф. Т. Шостак, Успехи химии, 34, 2220, 1965.
2. Е. Е. Ергожин, Ф. Т. Шостак, Сб. Мономеры и полимеры, изд-во «Наука», Алма-Ата, 1967, ч. 1, стр. 108.
3. В. Н. Толмачев, Б. М. Колесникова, Е. Б. Бобок, Высокомолек. соед., 7, 1941, 1965.
4. А. Б. Пашков, М. И. Иткина, С. М. Симанчук, Сб. Хроматография, ее теория и применение, Изд-во АН СССР, 1960, стр. 56.
5. H. Zeffman, J. Chem. Soc., 1950, 982.
6. Е. Е. Ергожин, С. Р. Рафиков, Ф. Т. Шостак, Изв. АН КазССР, серия химич., 1966, № 2, 58.
7. С. Р. Рафиков, Высокомолек. соед., 1, 1558, 1959.
8. Л. Беллами, Инфракрасные спектры сложных молекул, Изд-во иностр. лит., 1963.
9. Препартивная органическая химия, под ред. Н. С. Вульфсона, изд-во «Химия», 1964.

УДК 678.745:678.01:(53+54)

ИЗУЧЕНИЕ КИНЕТИКИ ПРЕВРАЩЕНИЯ — C ≡ N СВЯЗИ В ПОЛИАКРИЛОНИТРИЛЕ ПО ИК-СПЕКТРАМ ПОГЛОЩЕНИЯ

H. A. Кубасова, M. M. Кусаков, M. B. Шишкина

Известно, что термическая обработка полиакрилонитрила (ПАН) приводит к возникновению в полимере системы сопряженных связей, что, в частности, обусловливает появление полупроводниковых свойств. Результаты исследования химических превращений в ПАН в процессе нагревания полимера методом ИК-спектроскопии изложены в [1]*. В данной работе приводятся результаты изучения тем же методом кинетики термического превращения ПАН в интервале температур 205—270°.

* Результаты исследования строения полиакрилонитрила по инфракрасным спектрам поглощения были доложены также на XVI Всесоюзном совещании по спектроскопии в 1965 г. в г. Москве.

Кинетику превращений в ПАН изучали по изменению интенсивности полос поглощения в ИК-спектрах. Образцы ПАН готовили в виде пленок на пластинах КВг. Для получения пленок использовался 1%-ный раствор ПАН в диметилформамиде (ДМФА). Характеристическая вязкость ПАН в ДМФА равнялась $[\eta]_{36^\circ} = 2,3$, молекулярный вес, рассчитанный из соотношения $[\eta] = 1,75 \cdot 10^{-3} \cdot M^{0.66}$ [2], оказался равным 23 000. Пленки высушивали сначала на воздухе при 40° , а затем в вакуумной стеклянно-кварцевой кювете при 90° . Термообработку высущенных пленок проводили в той же кювете при давлении $\sim 10^{-5}$ мм рт. ст. ИК-спектры поглощения термообработанных образцов регистрировали при комнатной температуре на спектрофотометре UR-10 без контакта образца с воздухом. Продолжительность прогрева при выбранных температурах зависела от скорости термического превращения. При каждой данной температуре нагревание образца через определенные промежутки времени прекращали и регистрировали ИК-спектр.

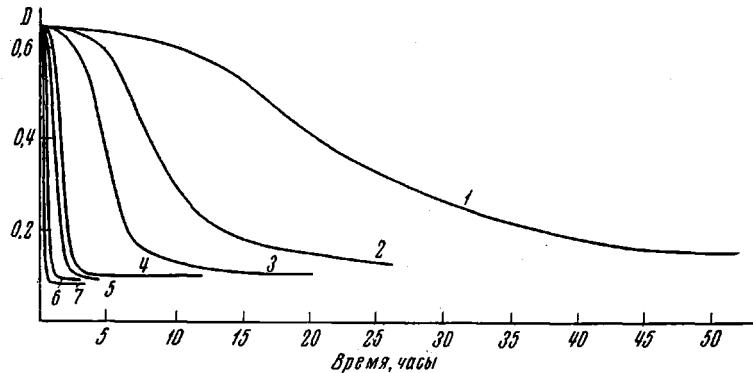


Рис. 1. Кинетические кривые для температур:
1 — 205° ; 2 — 215° ; 3 — 225° ; 4 — 235° ; 5 — 245° ; 6 — 255° ; 7 — 270° ; кривая, соответствующая 265° , не изображена на рисунке, так как она близка к 270° (кривая 7)

Полученные кинетические кривые, выражающие зависимость оптической плотности полосы, соответствующей валентному колебанию нитрильной группы (частота 2240 см^{-1}), от времени нагревания при данной температуре представлены на рис. 1. Все кривые пересчитаны к одному значению оптической плотности в начальный момент времени. Такой пересчет оказался необходимым из-за различных толщин исходных пленок ПАН.

Кривые кинетики изученного процесса характеризуются наличием периода индукции, достигающего при 205° 12 час., при 215° 3 час. и при 225° ~ 2 час. (рис. 1). При 235° период индукции практически отсутствует. По окончании периода индукции скорость процесса превращения растет и кривые кинетики приобретают S-образную форму, характерную, в частности, для автокатализических процессов. В ИК-спектрах ПАН, термообработанного при 205° , 215 и 225° в течение времени, меньшего, чем период индукции, наблюдаются полосы 1620 и 1580 см^{-1} , обусловленные возникновением в полимере сопряженных $>\text{C}=\text{N}$ -связей [1], причем интенсивность этих полос растет со временем прогрева. Поэтому можно предполагать, что нарастание скорости превращения нитрильных групп вызвано каталитическим влиянием образовавшихся в течение периода индукции участков сопряжения. По форме кинетических кривых (рис. 1) видно, что с повышением температуры скорость процесса превращения возрастает, количество же незациклизованных $-\text{C}\equiv\text{N}$ -групп уменьшается. Однако в макромолекулах ПАН, термообработанного в интервале температур 205 — 270° , наряду с образовавшимися участками полисопряжения, имеются также участки с неизмененными нитрильными группами, о чем свидетельствует постоянно присутствующая в ИК-спектрах ПАН, хотя и значительно ослабленная, полоса нитрильной группы 2240 см^{-1} . Для каждой температуры значение оптической плотности полосы 2240 см^{-1} достигает своего предельного значения, практически неизменяю-

щегося со временем, что свидетельствует о термической стабилизации полимера.

По кривым кинетики были определены максимальные скорости превращения (v_{\max}) — $\text{C}\equiv\text{N}$ нитрильной связи в изучаемом интервале температур и построен график зависимости $\lg v_{\max} = f(1/T)$, где T — абсолютная температура (рис. 2). Из рис. 2 следует, что вблизи 240° происходит изменение характера термического превращения. Как было показано в [3], при температурах выше 240° , наряду с химическим превращением $-\text{C}\equiv\text{N}$ -групп, приводящим к возникновению в полимере системы сопряженных связей, протекает деструкция, в результате которой часть нитрильных групп, входящих в состав летучих компонентов, удаляется.

Зависимость максимальной скорости термического превращения от обратной температуры, представленная на рис. 2, позволяет определить энергию активации E процесса превращения нитрильной связи в ПАН из соотношения $v = v_0 \cdot e^{-E/RT}$, где v_0 — начальная скорость превращения и R — универсальная газовая постоянная.

Для процесса превращения связи $-\text{C}\equiv\text{N}$ в ПАН энергию активации определяли в интервале температур $205-235^\circ$, в котором исключается разложение полимера с выделением летучих продуктов и возможно выделение собственно процесса превращения $\text{C}\equiv\text{N}$ -групп с образованием сопряженной системы $>\text{C}=\text{N}$ -связей. Значение энергии активации получилось равным 41 ± 4 ккал/моль. Для интервала температур $245-270^\circ$ значение энергии активации получилось равным 21 ± 2 ккал/моль. Однако, как уже было указано выше, это значение энергии активации характеризует не только процесс возникновения сопряженных связей в полимере, но и процесс деструкции с выделением летучих продуктов.

Значения энергии активации для ПАН, приведенные в [3-6], определяли по потерям в весе для интервалов температур, при которых интенсивно протекает деструкция полимера и образование летучих продуктов. Следовательно, эти значения энергии активации (61 ккал/моль [4, 5], 31 ккал/моль [6, 7]) характеризуют суммарный процесс разложения ПАН.

Применение метода ИК-спектроскопии позволило выделить из суммарного процесса разложения ПАН процесс превращения нитрильных групп с образованием системы сопряженных связей и определить энергию активации этого процесса.

Выводы

1. По ИК-спектрам поглощения изучена кинетика термического превращения полиакрилонитрила в интервале температур от 205 до 270° .
2. Энергия активации процесса превращения связи $-\text{C}\equiv\text{N}$ в полиакрилонитриле в интервале температур $205-235^\circ$, в котором не происходит разложения с выделением летучих продуктов, равна 41 ± 4 ккал/моль.
3. Для интервала температур $245-270^\circ$ энергия активации равна 21 ± 2 ккал/моль и характеризует процесс деструкции с выделением летучих продуктов, наряду с процессом возникновения сопряженных связей в полимере.

Институт нефтехимического синтеза
им. А. В. Топчиева АН СССР

Поступила в редакцию
4 III 1968

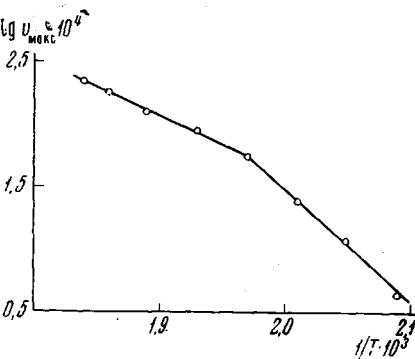


Рис. 2. Зависимость максимальной скорости превращения связи $-\text{C}\equiv\text{N}$ в ПАН от $1/T$

ЛИТЕРАТУРА

1. Н. А. Кубасова, М. В. Шишкина, Н. Ф. Зализная, М. А. Гейдерих, Высокомолек. соед., A10, 1324, 1968.
2. R. C. Houtz, Text. Res. J., 20, 786, 1950.
3. М. А. Гейдерих, Диссертация, 1966.
4. М. А. Гейдерих, Б. Э. Давыдов, Б. А. Кренцель, Изв. АН СССР, серия химич., 1965, 636.
5. S. L. Madora sky, S. Straus, J. Research, NBS, 63A, 261, 1959.
6. S. Straus, S. L. Madora sky, J. Research, NBS, 61, 77, 1958.

УДК 66.095.26:678.744-13

РАДИАЦИОННАЯ СОПОЛИМЕРИЗАЦИЯ ВИНИЛЕНКАРБОНАТА С ПОЛИМЕТИЛМЕТАКРИЛАТОМ

*Н. К. Зайцева, О. М. Климова, И. К. Карпов,
А. Д. Журбенко*

Ранее нами было установлено, что сополимеризация полиметилметакрилата (ПММА) с винилиденкарбонатом (ВК) под действием облучения дает продукты, обогащенные ВК-компонентом по сравнению с сополимерами, получаемыми при обычной радикальной сополимеризации [1].

Целью настоящей работы является изучение сополимеризации в системе ПММА — ВК.

В работе использовали ВК, полученный дегидрохлорированием монохлорэтиленкарбоната в присутствии триэтиламина и трижды перегнанный в вакууме.

ПММА получали цеплimerизацией при 70° в присутствии 0,2 вес.% перекиси бензоила и очищали двукратным переосаждением из ацетона в воду, с последующей промывкой этанолом и высушиванием в вакууме при 50°.

Полимер и мономер, взятые в весовом соотношении 1 : 4, помещали в стеклянную ампулу, вакуумировали до остаточного давления $5 \cdot 10^{-3}$ мм и запаивали. Полностью набухший в мономере ПММА подвергали облучению при 25° на установке ГУ-5000 с источником γ-излучения Co^{60} . Реакция протекала гомогенно *. Переосажденные и очищенные от непроеагировавшего мономера продукты сушили до постоянного веса и взвешивали. Степень прививки определяли как отношение привеса к весу исходного полимера.

Изучали влияние на ход процесса привитой сополимеризации дозы, мощности дозы (интенсивности облучения), температуры и соотношения полимер : мономер.

Зависимость степени превращения от дозы при интенсивности облучения 60 рад/сек представлена кривой 1 на рис. 1. По данным Щапиро [2] в случае прививки к полимеру мономера, способного вызывать набухание как исходного, так и полученного продукта, реакция прививки осуществляется во всей массе полимера и образуется привитый сополимер, структура которого однородна во всей массе.

Можно было предположить, что подобное явление будет наблюдаться и в изучаемом случае. Для доказательства этого положения нами было проведено турбидиметрическое титрование 0,005 %-ных растворов в ацетоне сополимера, содержащего 34 мол. % ВК-групп, гомополимеров и их смеси дистиллированной водой при автоматической подаче осадителя со скоростью 0,26 мл/мин. Для определения мутности использовали оптическую схему фотокалориметра ФЭКН-57.

Результаты турбидиметрического титрования, представленные на рис. 2, показывают, что в образующемся под действием облучения продук-

* ПММА полностью растворим в ВК.