Введение Как известно, экспериментальное получение информации о кинетике трёхмерной свободнорадикальной полимеризации мультифункциональных мономеров и олигомеров является сложной проблемой, о чём свидетельствуют имеющиеся в литературе [1-4] достаточно поверхностные и скудные сведения о кинетике этого процесса. Подобные кинетические данные есть брутто-данные о процессе трёхмерной полимеризации, не отражающие ряд деталей об этом процессе, а их интерпретация зачастую несёт налёт спекулятивных гипотез. Разработанная модель [5], позволяет получить кинетические зависимости степени полимеризации Pn, числа радикалов разной реакционноспособности NR и NR', числа сшивок Ncr и циклов Ncy, числа реакций R-PG, R'-PG, R-R, R-R' и R'-R', доли остаточной ненасыщенности D и представление о характере гранулометрического распределения ГМР [5-7]. Эксперимент не позволяет получить указанной информации. Ранее мы показали [5-7], как влияют на эти зависимости изменение соотношения констант скоростей инициирования ki и роста цепи kp (в пределах ki/kp = $(0.0001 \div 100)$ при kp = 400 л/(моль·с); было принято, что константа скорости роста цепи k'p = 0.1kp), размеров реакционного объёма (на решётке размерности 33÷1003), геометрии решётки (щель, пластина, простая кубическая), активности стенок реактора. Модель ГСУ была применена в рамках формирования единичного трёхмерного структурного элемента (ЕТСЭ), множество которых образует макротело трёхмерного полимера. Эти результаты получить экспериментальным путём на уровне современной экспериментальной техники не представляется возможным. Разработанный нами подход реализован только в наших работах и результаты описаны, например, в работах [5-7], в которых, в том числе, и детально проанализировано современное состояние проблемы исследования трёхмерной свободнорадикальной полимеризации мультифункциональных мономеров, что освобождает нас от повторного описания литературы по рассматриваемой проблеме. В настоящей работе мы исследовали влияние на кинетику трёхмерной свободнорадикальной полимеризации тетрафункциональных мономеров (ТФМ) при вариации соотношения ki/kp в условиях изменения констант скоростей реакций ki, kp и k'p. Экспериментальная часть Моделирование трёхмерной свободно-радикальной полимеризации ТФМ осуществляли статистическим методом Монте-Карло (МК) на простой кубической решётке размерности 30х30х30 с инертными стенками. Ранее данный подход был успешно применен в работах [8, 9] для моделирования сополимеризации бутадиена с изопреном и полимеризации диаллилизофталата. Случайным образом на решётке располагали молекулу (М) ТФМ и инициировали одну из двойных связей (выбор был случаен) ТФМ. В рамках формирования ЕТСЭ реакция инициирования М реализуется только один раз - в момент начального акта инициирования цепи. На последующих стадиях процесса инициируются подвешенные к макроцепям двойные связи РБ (долю этих групп обозначим символом D); полагаем реакционноспособность двойной связи в M и PG

одинаковой. При моделировании учитывали следующие реакции: (1.a) После стадии инициирования цепи возможно протекание реакций роста цепи и обрыва цепи где R - радикал, R' - менее активный радикал и он характеризуется меньшей реакционноспособностью по сравнению с R вследствие большей стерической затруднённости у R'. В этих уравнениях vi, v'i, vp, v'p, vt, v't, v''t и ki, kp, k'p, kt - скорости и константы скорости реакций инициирования, роста и обрыва цепи; R0 - первичный инициирующий радикал. В процессе реализации трёхмерной полимеризации ТФМ протекают реакции сшивания (7-11) и циклообразования (12-16) по механизмам R-PG, R'-PG, R-R, R-R' и R'-R': Здесь - vcr, v'cr, vtcr, v'tcr, v"tcr, vcy, v'cy, vtcy, v'tcy, v"tcy - скорости реакций сшивания и циклообразования, kcr, k'cr, ktcr, kcy, k'cy, ktcy - константы скоростей этих же реакций. Реакции (7, 8) и (12, 13) включаются в реакции (2, 3), а реакции (9-11, 14-16) включаются в реакции (4-6). Возможность протекания той или иной элементарной реакции из вышеупомянутых будет определяться вероятностью попарных встреч (контактом) соответствующих реакционно-способных центров. При расчёте вероятности реакций рі учитывали шесть элементарных стадий ј = 1...6 (здесь рі есть статистический вес і-той реакции). На каждом этапе моделирования необходимо выявить, какая именно из этих шести реакций осуществится. Номер стадии і находим из условия: где - вероятность протекания і-ой элементарной стадии, (или рі есть статистический вес і-той реакции); обозначив через Vi - скорость i-той реакции, получим; общая вероятность. Время ожидания конкретной элементарной стадии полимеризации находим из соотношения: , здесь и - случайные числа, равномерно распределенные в интервале (0,1). В произведении tkp параметр kp есть константа скорости роста цепи псевдопервого порядка. Общее время полимеризации (Tpol) определялось суммой времен ожидания всех стадий На начальных стадиях полимеризации трёхмерная полимеризация ТФМ есть чисто стохастический процесс (выбор возможной реакции и др.), но начиная с определённой степени превращения (G) вмешивается элемент детерминизма и его вклад возрастает с ростом G с переходом на конечных стадиях процесса преимущественно в детерминистский режим. Помимо реакций квадратичного обрыва радикалов R и R' в реакционной системе имеет место линейный обрыв радикалов с их иммобилизацией (автоматически учитываемый как остаточные радикалы R и R'): где vtl, v'tl, ktl, k'tl - скорости и константы скорости линейного обрыва радикалов. Из схем реакций ясно, что нарастание молекулярной массы остова ЕТСЭ происходит только по реакциям роста цепи (2, 3). Реакции сшивания и циклообразования не ведут к росту молекулярной массы ЕТСЭ, а обусловливают лишь топологические изменения в остове ЕТСЭ - сшивание макроцепей между собой либо образование циклических структур разного размера. Процесс проводили до наступления момента возможности протекания реакций (исчерпание доступных двойных связей и т. д.). Повторное посещение узлов было запрещено (отсутствие

самопересечений). При моделировании процесса полимеризации ТФМ методом МК на каждом этапе моделирования случайным образом выявляли выбор элементарной реакции (случайный выбор состояния, в которое перейдет реакционная система), ее направление, расположение молекулы ТФМ, выбор функциональной группы, время ожидания перехода [2, 8]. Были приняты следующие значения для констант скоростей реакций: ki = 400 и 4000 л/(моль·с), kp = 40 и 400 л/(моль·с), kt = 106 л/(моль·с), k'p = 4 и 40 л/(моль·с). Были выбраны режимы полимеризации ТФМ: ki:kp:k'p = 400:400:40 (режим I), 4000:400:40(режим II), 400:40:4 (режим III), 400:40:40 (режим IV). Длина молекул ТФМ составляла 2 ребра решётки (3 узла). Усреднение получаемых параметров к текущему моменту времени проводили по 5000 реализаций (опытов) эксперимента; понятно, что каждый опыт есть независимое от других опытов событие. Результаты и их обсуждение Для виниловых мономеров характерно изменение величин kp в широких пределах (например, npu T = 300 K для бутадиена kp = 20 л/(моль·с), стирола - 36-70, метакрилатпроизводных - 310-600, винилацетата - 900-1400 л/(моль с)и т. д.) и эти данные послужили основанием для выбора значений кр в данной работе. Как следует из рис. 1, зависимость Pn(t) при соотношении ki/kp = 1 сдвинута вправо по оси t (рис. 1, кривая 1, режим I) по сравнению с кривыми Pn(t) для других режимов полимеризации (ki/kp = 10, рис. 1, режимы II-IV). Соотношение ki/kp = 10 выбрали путём увеличения ki = 4000 л/(моль·с) (рис. 1, кривая 2, режим II) и уменьшения kp = 40 л/(моль·с) (рис. 1, кривая 4, режим IV). Обе кривые при увеличении соотношения ki/kp сдвигаются влево по оси t (ускорение процесса) и практически совпадают друг с другом. Уменьшение значения k'p в десять раз $(k'p = 4 \pi/(\text{моль} \cdot c))$, рис. 1, кривая 3, режим III) не повлияло на положение кривой 3 и оно практически совпало с положением кривой 4 (рис. 1), за исключением того, что при режиме IV полимеризация ТФМ прекратилась при более низких значениях Рп (табл. 1). Предельное значение Pn возрастает в ряду режимов IV I II III, т. е. на конечных стадиях полимеризации ТФМ различие в режимах заметнее. Рис. 1 - Зависимость степени полимеризации Pn ETCЭ от времени при разных режимах полимеризации ТФМ: режим I (кривая 1), режим II (2), режим III (3), режим IV (4) Из анализа кинетических зависимостей числа радикалов NR и NR' следует, что рост константы скорости инициирования ki ускоряет, как и ожидалось, образование радикалов R (рис. 2) по сравнению с режимом I. Эти зависимости числа радикалов проявляют между собой некоторое различие: наиболее близки между собой режимы II и III, несмотря на различие в значениях k'p; для режима IV характерно запределивание процессов изменения NR и NR' при более низких величинах Pn и степени превращения; число NR растёт в ряду режимов I IV II III, а число NR' в ряду режимов IV II \approx III I (табл. 1); в режиме IV имеем условия ki > kp и kp = k'p, обеспечивающие высокое значение NR (накопление R) и низкое - NR' (расход R'). Т. е. для мономеров с меньшими значениями kp при условии kp = k'p

имеет место более высокая скорость расхода радикалов с более высокими стерическими затруднениями, а уменьшение к'р в десять раз по сравнению с кр ведёт к их накоплению (режим III, табл. 1, рис. 2). Увеличение ki (режим II) привело к повышенному накоплению NR по сравнению с режимом I (рис. 2, табл. 1), причём, в условиях режима І происходит более высокое накопление числа NR'. Запределивание кривых NR при режимах II и III вызвано протеканием реакции образования R в большей степени при этих режимах, чем при других режимах полимеризации ТФМ, причём радикалы оказываются в физических ловушках и недоступны для участия в реакциях роста и обрыва цепи. Таблица 1 -Предельные значения кинетических параметров при разных режимах полимеризации ТФМ Pn NR NR' NR+NR' D NPG kpack I 7627 1411 196 1607 0.0342 268 0.733 II 7789 1651 127 1778 8·10-4 1.4 0.699 III 7807 1655 126 1781 5·10-4 1.4 0.701 IV 7606 1632 78 1710 9·10-4 2.2 0.685 Кинетические кривые образования числа сшивок Ncr и циклов Ncy, как и кривые Pn(t), близки для режимов II-IV (рис. 3). Предельные значения Ncr возрастают в ряду режимов IV I II III, а число циклов Ncy в ряду режимов III \approx II IV I (табл. 2). Кривые Ncr(t) располагаются заметно выше кривых Ncy(t) (рис. 3). Ряды режимов для Pn и Ncr совпадают друг с другом. Сшивки и циклы образуются по механизмам реакций типа R-PG, R'-PG, R-R, R-R' и R'-R'. Из табл. 2 и рис. 4 (для иллюстрации взят режим III) следует, что превалирующим механизмом образования сшивок и циклов является реакция R-PG, затем реакции R-R и R-R', а наименьший вклад вносят реакции R'-R' и R'-PG. По числу протекающих реакций наблюдаем следующие закономерности в зависимости от режима процесса: R-PG - IV II ≈ III I, R-R - I II ≈ III IV, R-R' - IV II ≈ III I, R'-R' - II \approx III \approx IV I, R'-PG - II \approx III IV I (рис. 4, табл. 2). Как видим, по вкладу реакций с разными механизмами в процессы сшивания цепей и циклообразования, наиболее близкими являются режимы II и III, для которых характерно одинаковое уменьшение соотношения констант скоростей реакций ki: kp:k'p. Для кривых падения доли подвешенных двойных связей D(t) характерно близкое совпадение кривых D(t) для режимов II - IV и выраженный сдвиг кривой D(t) вправо по оси для режима I (рис. 5). Предельное значение числа остаточных двойных связей составляет 1.5÷2 двойных связей для режимов II - IV и 268 двойных связей для режима I. Гранулометрическое распределение (ГМР) ЕТСЭ характеризуется бимодальными кривыми ГМР (рис. 6, режим IV) с такими характеристиками: Пик 1 Доля Предел Pn Makc c Pn I 0.26 2÷65 5 II 0.27 2÷55 5 III 0.267 2÷45 5 IV 0.28 2÷65 5 Пик 2 Доля Предел Рп Макс. с Pn I 0.74 7520 ÷ 8045 7920 II 0.73 7635 ÷ 7980 7840 III 0.733 7610 ÷ 7955 7830 IV 0.72 7605÷ 7955 7845 Рис. 2 - Изменение числа радикалов NR (кривые 1, 4), NR' (2, 5) и суммы (NR +NR') (3, 6) от времени при разных режимах полимеризации ТФМ: a. режим I (кривые 1-3), режим II (кривые 4-6); б. режим III (кривые 1-3), режим IV (кривые 4-6) Характеристики для пика 1 (область ЕТСЭ с низкими значениями Pn) близки между собой для всех режимов полимеризации ТФМ, а

для пика 2 имеет место более широкий пик для режима I по сравнению с режимами II-IV. Из ГМР следует, что при всех режимах содержится довольно значительная доля низкомолекулярных ЕТСЭ, играющих роль структурных дефектов. К структурным дефектам относятся и не прореагировавшие двойные связи, свободные радикалы и циклы. Перечисленная совокупность дефектов с точки зрения прочностных свойств полимеризата играет отрицательную роль, существенно снижая теоретическую прочность макротела до технической, находимой экспериментально. Коэффициент упаковки ETCЭ kpack имеет максимальное значение в случае режима I (табл. 1), а для остальных режимов его значения близки. Рис. 3 - Зависимость числа сшивок Ncr (кривые 2, 5), числа циклов Ncy (3, 6) и суммы (Ncr + Ncy)(1, 4) от времени для ETCЭ, полученном при: a. режим I (кривые 1-3), режим II (кривые 4-6); б. режим III (кривые 1-3), режим IV (кривые 4-6) Таким образом, на примере формирования ЕТСЭ нами показано, как влияют на кинетические закономерности трёхмерной свободнорадикальной полимеризации ТФМ варьирование констант скоростей реакций (сдвиг по оси времени, различная достигаемость степени полимеризации, изменение числа радикалов R и R', числа сшивок и циклов, вклада механизмов разных реакций в процессы сшивания и циклообразования и др.). Эти результаты позволяют осуществить выбор режима реального процесса трёхмерной полимеризации ТФМ в различных практических случаях. Рис. 4 -Влияние механизмов реакций R-PG (кривая 2), R-R (4), R-R' (5), R'-R' (6), R'-PG (3) на число сшивок и циклов (Ncr + Ncy, кривая 1), режим III Рис. 5 - Кинетическая зависимость доли остаточной ненасыщенности D в ETCЭ: режим I (кривая 1), режим II (2), режим III (3), режим IV (4) Рис. 6 - Кривая ГМР ЕТСЭ (N - их число) для режима IV 1 Таблица 2 - Предельные значения Ncr и Ncy, суммы (Ncr + Ncy) и числа реакций R-PG, R'-PG, R-R, R-R', R'-R' при разных режимах полимеризации ТФМ (I - число ребер) I Ncr Ncy Ncr+ Ncy NR-PG NR'-PG NR-R NR-R' 1 3564 313 3878 1990 230 879 485 2 361 213 3828 1508 143 1560 434 3 3628 213 3839 1513 144 1562 436 4 3499 221 3721 1454 187 1621 277 Полученные результаты дают возможность более глубокого проникновения и понимания процесса трёхмерной свободнорадикальной полимеризации ТФМ обучающимися в вузах и аспирантуре.